УДК 541(64+14+673)

СИНТЕЗ И ФОТОФИЗИЧЕСКИЕ СВОЙСТВА РАСТВОРИМЫХ ПОЛИИМИДОВ И ПОЛИХИНАЗОЛОНОВ, СОДЕРЖАЩИХ ХАЛКОНЫ ИЛИ АЗОХРОМОФОРЫ В БОКОВЫХ ЦЕПЯХ¹

© 2011 г. Г. И. Носова*, И. Г. Абрамов**, Н. А. Соловская*, Н. Н. Смирнов*, Е. В. Жукова*, В. Б. Лысков**, О. В. Доброхотов**, Е. Л. Александрова***, И. А. Масляницын****, В. Д. Шигорин****, А. В. Якиманский*

> *Учреждение Российской академии наук Институт высокомолекулярных соединений 199004 Санкт-Петербург, Большой пр., 31

> > **Ярославский государственный технический университет 150023 Ярославль, Московский пр., 88

*** Учреждение Российской академии наук Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе 194021 Санкт-Петербург, Политехническая ул., 26

**** Учреждение Российской академии наук Институт общей физики им. А.М. Прохорова 119991 Москва, ул. Вавилова, 38

Поступила в редакцию 17.03.2010 г. Принята в печать 08.06.2010 г.

Синтезированы растворимые ароматические, карбоксил- и гидроксилсодержащие полиимиды, полиимиды смешанного типа и полихиназолоны различного химического строения, а также серия новых дицианоазобензольных хромофоров. В боковые цепи полимеров введено 20–80 мол. % хромофорных групп. Исследованы термические, светочувствительные и нелинейные оптические свойства (генерация второй гармоники) полученных хромофорсодержащих полимеров. Найдено, что наибольшую нелинейность проявляют полимеры с ковалентно присоединенными группами красителя DR-13 или азопроизводных 4-фталонитрила. Синтезированные полиимиды имеют $T_c = 165-$ 215°C и температуру 5%-ной потери массы 290–350°C, а измеренные величины коэффициентов генерации второй гармоники d_{33} целого ряда поляризованных пленок хромофорсодержащих полимеров достигают значений в несколько десятков пикометров на вольт. Введение хромофорных групп в боковые цепи полиимидов приводит к возрастанию светочувствительности полимеров на порядок по сравнению с исходными полимерами ($S_{0,1} = (3-4) \times 10^5$ см²/Дж в области поглощения красителя).

ВВЕДЕНИЕ

В настоящее время по-прежнему проявляется большой интерес к поиску и исследованию новых полимерных материалов для оптоэлектронных систем обработки, записи и хранения информации. Это связано с широкими возможностями варьирования структуры и свойств полимеров, появлением новых технологий химического синтеза и получения тонких пленок, которые уже сейчас применяют в полупроводниковой микроэлектронике и в интегральной оптике [1–5].

В основе работы оптических модуляторов и переключателей, устройств прямой оптической записи лежит эффект изменения (модуляции) показателя преломления *n* под действием электрического поля. Этот электрооптический эффект Поккельса сопровождается поляризацией среды, пропорциональной электрооптическому коэффициенту r, представляющему собой тензор третьего ранга, отличный от нуля только в нецентросимметричных средах. Аналогичным свойством обладает и тензор d, описывающий процесс удвоения средой частоты падающего на нее оптического излучения – генерацию второй гармоники. Причем поляризация среды на удвоенной частоте пропорциональна *d* и квадрату электрического поля падающего излучения, т.е. нелинейна (квадратична) по полю. Поэтому d называют коэффициентом второй гармоники, определяющим

¹ Работа выполнена при финансовой поддержке программы Президиума РАН "Разработка методов получения химических веществ и создание новых материалов" (координатор – академик В.А. Тартаковский) по направлению "Полифункциональные материалы для молекулярной электроники" (руководитель направления – академик С.М. Алдошин).

E-mail: klengi@yandex.ru (Носова Галина Ивановна).

квадратичную (по полю световой волны) поляризацию среды или квадратичную нелинейность среды.

В "жестких" нецентросимметричных пленках с доминирующей ролью электронной поляризации и низкой диэлектрической проницаемостью є процесс генерации второй гармоники и эффект Поккельса имеют одинаковую природу, и в случае слабой частотной дисперсии выполняется соотношение

$$r = -4d/\varepsilon n^2$$

где n — показатель преломления среды. Такие пленки могут быть использованы в сверхбыстрых электрооптических модуляторах и переключателях. Полимерные пленки, обладающие фотопроводимостью и электрооптическими свойствами, перспективны для создания голографических запоминающих устройств, в основе работы которых лежит фоторефрактивный эффект [6–8]. Относительный уровень фотопроводимости, обусловленной фотогенерацией и транспортом носителей заряда, можно оценивать на стадии разработки материала по его электрофотографической светочувствительности.

Эффективность процесса генерации второй гармоники, всегда имеющего чисто электронный механизм, зависит от величины d, которая определяется квадратичной поляризуемостью хромофоров, диспергированных в полимерной матрице или ковалентно включенных в основную или боковые цепи полимера, и степенью их полярного упорядочения. Квадратичная поляризуемость особенно высока у квазиодномерных хромофоров с электронодонорными и электроноакцепторными группами, соединенными протяженной системой сопряженных связей (хромофоры вида $Д-\pi$ -A) [9].

Постоянный дипольный момент хромофоров благоприятствует их преимущественной ориентации в статическом электрическом поле, используемом для формирования в исходных центросимметричных полимерных пленках электрооптических или нелинейных оптических свойств. Сначала пленки нагревают до температуры, близкой к температуре стеклования, для придания хромофорам необходимой подвижности. Затем накладывают постоянное электрическое поле, и появляется вызванное им внутреннее поле, в котором происходит полярное упорялочение липольных хромофоров (так называемый полинг), конкурирующее с разориентирующим действием теплового движения. Последующее охлаждение образцов в электрическом поле приводит к фиксации ("замораживанию") достигнутой ориентации хромофоров. Температурно-временная стабильность полярного упорядочения зависит от скорости ориентационной релаксации вследствие подвижности хромофоров, ограничить которую можно путем повышения температуры стеклования. Однако при этом температура стеклования не должна быть больше температуры термического разложения хромофоров [10].

Возникающие после выключения поля релаксация и разупорядочение хромофоров связано с проникновением зарядов в пленку и изменением поверхностного потенциала. Достижение долговременной стабильности упорядоченного состояния хромофоров и обусловленных этим свойств, устойчивость полимеров к тепловым, световым и другим воздействиям окружающей среды является сложной задачей, решение которой откроет путь к практическому применению поляризованных полимерных пленок.

Ковалентное введение хромофоров в полимерные цепи позволяет достичь оптимального компромисса между уровнем нелинейного оптического отклика и его температурно-временной стабильностью. В связи с этим особый интерес проявляется к ароматическим ПИ. Они пленкообразующими облалают хорошими свойствами, низкими оптическими потерями. Высокая термостойкость ПИ позволяет проводить полинг при нагревании до температуры стеклования, а достаточно высокая жесткость полимерных цепей обеспечивает хорошую температурно-временную стабильность нелинейно-оптических свойств и широкую полосу пропускания электрооптических устройств на их основе [11-22].

ОБЪЕКТЫ ИССЛЕДОВАНИЯ

В работе были синтезированы малоизученные растворимые ароматические ПИ и полихиназолоны (ПХ) с ковалентно присоединенными к полимерным цепям известными и новыми хромофорными группами. Для достижения максимального нелинейного оптического отклика варьировали жесткость полимерной матрицы, строение и концентрацию хромофорных групп. Синтез хромофорсодержащих ПИ проводили в соответствии со схемой



Были получены серии растворимых полиимидов ПИ-І–ПИ-V с функциональными фенольными (ПИ-І–ПИ-IV) и карбоксильными (ПИ-V) группами на основе следующих диаминов: 3,3'-

дигидрокси-4,4'-диаминодифенилметан (ПИ-I), 3,3'-дигидроксибензидин (ПИ-II), 4-гидрокси-4',4"-диаминотрифенилметан (ПИ-III), 2,4-диаминофенол (ПИ-IV), 3,5-диаминобензойная кислота (ПИ-V). Эти ПИ подвергали этерификации гидроксилсодержащими хромофорами (R'OH) в условиях реакции Мицунобу в присутствии трифенилфосфина (ТФФ) и этилазодикарбоксилата (ЭАДК), например (в случае ПИ-I)



При этом использовали диангидриды со следующими фрагментами Q и красители с приведенными ниже хромофорными группами R':







Следует отметить, что реакция Мицунобу в цепях ПИ-І—ПИ-V с красителями R'OH проходила с выходом 20—80%, т.е. хромофорные группы не удавалось ввести в каждое мономерное звено полимеров. С целью получения хромофорсодержащих ПИ регулярного строения с высокой плотностью хромофоров в полимерных цепях осуществляли поликонденсацию диимидных производных диангидридов Q_1 и Q_3 с хромофорсодержащими

диолами (HOCH₂CH₂)₂N-R" в условиях реакции Мицунобу:



где





При этом были синтезированы полиимиды ПИ-VI смешанного типа, содержащие как ароматические, так и алифатические фрагменты в основной цепи.

ПХ-I и ПХ-II с хромофорными группами $R' = R'_1, R'_2, R'_3$







ЭКСПЕРИМЕНТАЛЬНАЯ ЧАСТЬ

Спектры ЯМР¹Н записывали на спектрометре "Bruker AC-400" (400 МГц) в ДМСО-d₆. Электронные спектры поглощения растворов хромофоров в ТГФ и полимерных пленок измеряли на спектрофотометре "Specord M-400". Температуру стеклования T_c определяли с помощью сканирующего калориметра "NTNZSCH: DSC-204-F1" в токе аргона (25 мл/мин), скорость нагревания 20 град/мин. Термогравиметрический анализ проводили на приборе "NTNZSCH: TG-209-F1" в токе аргона (25 мл/мин) при скорости нагревания 20 град/мин ($T_{5\%}$ – температура 5%-ной потери массы полимера).

Для измерения нелинейного отклика получали пленки толщиной d = 0.1 - 2.0 мкм на предметных стеклах методом центрифугирования из 5-10%-ных растворов полимеров в циклогексаноне или с добавлением 10 об. % N-метилпирролидона (МП). Образцы сушили в течение 8 ч при 50-70°С и 4 ч в вакууме при 120°С. Поляризацию образцов осуществляли на лабораторной установке в поле коронного разряда при напряжении на игле 6.5 кВ. Ток, протекающий через образец, не превышал 2 мкА. Расстояние от вольфрамового игольчатого электрода до образца составляло 1 см. Время полинга варьировали от 40 до 60 мин, а температуру ($T_{пол}$) – от 150 до 200°С. Образец нагревали до заданной температуры, а после действия коронного разряда охлаждали до комнатной температуры в электрическом поле. Коэффициент дипольной ориентации хромофоров в направлении поляризации рассчитывали из электронных спектров по формуле

$$K_{\rm op} = 1 - A_1 / A_0, \tag{1}$$

где A_0 и A_1 — оптическая плотность в полосе поглощения хромофора до и после полинга.

Нелинейные оптические свойства полимеров изучали методом генерации второй гармоники излучения импульсного Nd³⁺: YAG-лазера (длина волны 1064 нм, длительность импульса 15 нс, плотность мощности на образце 10 кВт/см²). Интенсивность генерации второй гармоники измеряли на автоматизированной установке. В качестве эталона в канале сравнения использовали пластинку α-кварца (Х-срез). Характеризующие квадратичную нелинейность коэффициенты d_{ii} определяли из условия наилучшего согласия расчетных угловых зависимостей интенсивности генерации второй гармоники с экспериментальными. При расчете угловых зависимостей учитывали внутреннюю симметрию, толщину, показатели преломления и поглощение пленок.

Спектральную светочувствительность образцов $S_{0.1}$ измеряли на пленках полимеров толщиной 2–3 мкм, нанесенных на стеклянные подложки с прозрачным проводящим слоем ITO In₂O₃(Sn) и высушенных при 120°С. Величину $S_{0.1}$ и квантовый выход фотогенерации свободных носителей заряда η определяли в электрофотографическом режиме в области спектра 400– 700 нм при напряженности электрического поля $E = (0.2-1.0)E_0$, где E_0 – предельная напряженность поля для данного материала [23]. Из полевых зависимостей $\eta(E)$ по модели Онзагера находили радиусы термализации $r_{\rm T}$, т.е. расстояния, на которые образовавшиеся при поглощении фотона связанные в пары носители заряда приходят в равновесие с решеткой, и квантовый выход образования связанных пар носителей заряда η_0 . Ин-

тегральную светочувствительность S'_{01} определяли в электрофотографическом режиме в тех же условиях при освещении образца галогенной лампой КГМ-300 (мощность 300 Вт).

Растворители МП, ДМАА сушили CaH₂ и перегоняли в вакууме, ТГФ перегоняли над Na, а затем над LiAlH₄. 4,4'-Диамино-4"-гидрокситрифенилметан получали по методике [24]. 3-Гидроксибензойную кислоту ацилировали равнообъемной смесью уксусного ангидрида с пиридином, 3-ацетоксибензойную кислоту выделяли водой и высушивали. Хлорангидрид 3-ацетоксибензойной кислоты синтезировали при кипячении раствора кислоты с избытком хлористого тионила в бензоле.

6,6'-Метилен-бис-(3-ацетоксибензол-3,1-бензоксазин-4-он) получали исходя из метилен-бисантраниловой кислоты и хлорангидрида 3-ацетоксибензойной кислоты в соответствии с методикой [23]. Выход 60%, $T_{пл} = 243 - 244.5^{\circ}$ С (из смеси ДМФА с уксусным ангидридом). ЯМР ¹Н (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 2.13 (с, 6H, COCH₃); 4.31 (с, 2H, CH₂); 7.35 (д, 2H_{ap}); 7.58 (т, 2H_{ap}); 7.64 (д, 2H_{ap}); 7.85 (д, 2H_{ap}); 7.91 (с, 2H_{ap}); 8.06 (д, 2H_{ap}); 8.11 (с, 2H_{ap}).

 $1-\{4-[Бис-(2-гидроксиэтил)амино]фенил\}-3-(4$ бромфенил)-2-пропен-1-он ((HOCH₂CH₂)₂N-R''₈) $синтезировали по методике [25] <math>\lambda_{\text{макс}} = 420$ нм. Аналогично был получен 1-{4-[этил-(2-гидроксиэтил)амино]фенил}-3-(4-бромфенил)-2-пропен-1-он (R'₇OH): $T_{пл} = 148-149.5^{\circ}$ С (из смеси спирта с ацетоном). ЯМР ¹Н (ДМСО-d₆), δ_{H} , м.д.: 3.04 (с, 3H, CH₃); 3.49 (т, 2H, NCH₂); 3.57 (т, 2H, OCH₂); 6.73 (д, 2H_{ар}); 7.47-7.72 (м, 2H, 6H_{ар}); 8.02 (д, 2H_{ар}). $\lambda_{\text{макс}} = 422$ нм.

4-{4-[Этил-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо} фталонитрил (R'_3OH) и 4-{4-[бис-(2-гидроксиэтил) амино]фенилазо}фталонитрил ((HOCH₂CH₂)₂N – R''_3) с $\lambda_{\text{макс}} = 495$ и 494 нм соответственно синтезировали по методике, приведенной в работах [26, 27]. Длинноволновое поглощение промышленных красителей в ТГФ R'_1OH , R'_2OH и (HOCH₂CH₂)₂N– R_1 соответствовало $\lambda_{\text{макс}} = 490$, 514 и 488 нм.

4-{4-[Бис-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо}-2хлор-4-нитробензол ((HOCH₂CH₂)₂N-R'') получали исходя из N-фенилдиэтаноламина и 2-хлор-4-нитроанилина в условиях работы [27]. Выход 73%. $T_{пл} = 171-172.5^{\circ}$ С (спирт). ЯМР ¹Н (ДМСОd₆), δ_{H} , м.д.: 3.58–3.69 (м, 8H, CH₂); 4.90 (т, 2H, OH); 6.94 (д, 2H_{ap}); 7.78 (д, 1H_{ap}); 7.84 (д, 2H_{ap}); 8.25 (д, 2H_{ap}); 8.44 (с, 1H_{ap}); $\lambda_{\text{макс}} = 512$ нм.

Хромофоры R'_4OH , R'_5OH , (HOCH₂CH₂)₂-N- R''_4 , (HOCH₂CH₂)₂-N- R''_5 синтезировали аналогично методике [27].

5-{4-[Этил(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо} изофталонитрил (R'_4 OH) получали из N-этил-N-(2-гидроксиэтил)анилина и 5-аминоизофталонитрила. $T_{пл} = 177-178^{\circ}$ C. ЯМР ¹H (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 1.17 (т, 3H, CH₃); 3.50–3.60 (м, 4H, CH₂); 3.62 (т, 2H, NCH₂); 4.85 (т, 1H, OH); 6.88 (д, 2H_{ap}); 7.82 (д, 2H_{ap}); 8.42 (с, 1H_{ap}); 8.43 (д, 1H_{ap}); $\lambda_{\rm макc} =$ = 478 нм.

5-{4-[Бис-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо} изофталонитрил ((HOCH₂CH₂)₂N-R["]₄) синтезировали из N-фенилдиэтаноламина и 5-аминоизофталонитрила. $T_{пл} = 187-189^{\circ}$ С. ЯМР ¹Н (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 3.58–3.63 (м, 8H, CH₂); 3.80 (т, 2H, OH); 6.91 (д, 2H_{ap}); 7.91 (д, 2H_{ap}); 8.42 (с, 2H_{ap}); 8.45 (с, 1H); $\lambda_{\rm макс} = 472$ нм.

3-{4-[Метил(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо} фталонитрил (R'₅OH) получали из N-метил-N-(2гидроксиэтил)анилина и 3-аминофталонитрила. $T_{пл} = 169-171^{\circ}$ C. ЯМР ¹Н (ДМСО-d₆), δ_{H} , м.д.: 3.15 (с, 3H, CH₃); 3.71–3.51 (м, 4H, CH₂); 4.88 (т, 1H, OH); 6.94 (д, 2H_{ap}); 7.85 (д, 2H_{ap}); 7.93 (т, 1H_{ap}); 8.07 (д, 1H_{ap}); 8.10 (д, 1H_{ap}); $\lambda_{Makc} = 483$ нм.

3-{4-[Бис-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо}фталонитрил ((HOCH₂CH₂)₂N-R₅') синтезировали из N-фенилдиэтаноламина и 3-аминофталонитрила. $T_{пл} = 167-170$ °C. ЯМР ¹Н (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 3.58–3.66 (м, 8H, CH₂); 4.90 (т, 2H, OH); 6.97 (д, 2H_{ap}); 7.83 (д, 2H_{ap}); 7.93 (т, 1H_{ap}); 8.08 (д, 1H_{ap}); 8.10 (д, 1H_{ap}); $\lambda_{\rm макс} = 488$ нм.

4-{4-[Этил-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо}-5-(бензтриазо-1-ил)фталонитрил (R'₆OH). На первой стадии получили 4-нитро-3-бензтриазолилфталонитрил по методике [28], который восстанавливали до 4-амино-3-бензтриазолилфталонитрила аналогично методике [29], а затем реакцией его диазотирования и сочетания с Nметил-N-(2-гидроксиэтил)анилином синтезировали хромофор в соответствии с методикой [30]. Выход 21%, $T_{пл}$ = 234–235.5°C. ЯМР¹Н (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 1.08 (т, 3H, CH₃); 3.52 (к, 4H, NCH₂); 3.55 (т, 2H, OCH₂); 4.80 (т, 1H, OH); 6.69 (д, 2H_{ар}); 7.26 (д, 2H_{ар}); 7.71 (т, 1H_{ар}); 7.74 (т, 1H_{ар}); 7.90 (д, 1H_{ар}); 8.00 (д, 1H_{ар}); 8.65 (с, 1H_{ар}); 9.29 (с, 1H_{ар}) $\lambda_{\rm макс}$ = = 467 нм.

4-{4-[Бис-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо}-5-(3,5диметилфенокси)фталонитрил ((HOCH₂CH₂)₂N- R₆'). Исходный 4-бром-5-нитрофталонитрил получили по методике [31], на основе которого синтезировали 4-(3,5-диметилфенокси)-5-нитрофтало-

нитрил по аналогии с работой [32]. Восстановление нитросоединения и синтез хромофора из N-фенилдиэтаноламина и 4-(3,5-диметилфенокси)-5-аминофталонитрила проводили как в работах [26, 27]. $T_{n\pi}$ = 215–217°С. ЯМР¹Н (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 2.30 (с, 6H, CH₃); 3.54–3.67 (м, 8H, CH₂); 6.76 (с, 2H_{ap}); 6.79 (д, 2H_{ap}); 6.82 (с, 1H_{ap}); 7.59 (с, 1H_{ap}); 7.68 (д, 2H_{ap}); 8.13 (с, 1H_{ap}); $\lambda_{\rm макс}$ = 497 нм.

4-{4-[Бис-(2-гидроксиэтил)амино]фенилазо-5-(4трет-бутилфенокси)фталонитрил ((НОСН₂СН₂)₂N-

R") синтезировали аналогично хромофору (HOCH₂CH₂)₂N–R"₆). $T_{пл} = 225-226^{\circ}$ С. ЯМР ¹Н (ДМСО-d₆), $\delta_{\rm H}$, м.д.: 1.29 (с, 9H, CH₃); 3.57–3.59 (м, 8H, CH₂); 4.85 (т, 1H, OH); 6.81 (д, 2H_{ap}); 7.08 (д, 2H_{ap}); 7.43 (д, 2H_{ap}); 7.60 (д, 2H_{ap}); 7.80 (с, 1H_{ap}); 8.18 (с, 1H_{ap}); $\lambda_{\rm Make} = 500$ нм.

Полиимиды ПИ-V получали на основе 3,5-диаминобензойной кислоты и различных диангидридов в МП. Синтезированную полиамидокислоту имидизовали смесью уксусный ангидрид—пиридин (2 : 1 по объему). Полимер выделяли спиртом. Гидроксилсодержащие ПИ-I—ПИ-IV получали в ДМАА, циклодегидратацию форполимера проводили при 150–160°С с отгоном азеотропа толуол—вода. ПИ выделяли из растворов высаживанием в спирт. Значения характеристической вязкости [ŋ] ПИ равны 0.6–1.2 дл/г.

Полихиназолоны получали на основе ДБО и 4,4'-диаминотрифениламина (ПХ-I) или 4,4'-(диаминофенокси-(1,3-бензола) (ПХ-II) в *м*-крезоле при температуре 120–170°С по методике [23]. Полимеры осаждали спиртом, сушили при 100°С в вакууме, $[\eta] = 0.31-0.42$ дл/г.

Хромофорные группы в полимерные цепи вводили в условиях реакции Мицунобу по аналогии с работами [19]. Ковалентное присоединение хромофоров проводили в разбавленных растворах (концентрация ~2 мас. %).

Смешанные ПИ-VI на основе бисфталимидов и хромофорсодержащих диолов получали в ТГФ как в работе [20].

РЕЗУЛЬТАТЫ И ИХ ОБСУЖДЕНИЕ

Синтез функционализированных полиимидов и полихиназолонов

В процессе получения ПИ-І–ПИ-V оказалось необходимым применять разные методы циклодегидратации соответствующих полиамидокислот. Так, полиамидокислоты на основе 3,5-диаминобензойной кислоты (ПИ-V) подвергали имидизации в растворе МП под действием смеси уксусного ангидрида с пиридином (2 : 1 по объему) при 20–60°С, в то время как высокотемпературная имидизация приводила к частичному гелеобразованию. ПИ высаживали в спирт, тщательно промывали и сушили. Химическая имидизация полиамидокислот позволяет получать ПИ с молекулярной массой, соизмеримой с исходной, и с высокой степенью чистоты.

В полиамидокислотах на основе бисаминофенолов при химической имидизации происходит ацилирование фенольных групп, поэтому полимеры ПИ-І–ПИ-ІІІ получали высокотемпературной циклодегидратацией в растворе ДМАА или МП с использованием толуола для удаления воды при 160–170°С.

Данный способ синтеза имеет свои преимущества по сравнению с химической имидизацией, поскольку в таком случае модификацию ПИ хромофорами можно проводить и без его промежуточного выделения. Для этого полученные растворы полимеров разбавляли ДМАА или ТГФ до концентрации ~2 мас. %. Затем в раствор ПИ вводили хромофор, ТФФ и ЭАДК и в мягких условиях реакции Мицунобу при 20–25°С этерифицировали фенольные группы. Таким способом были получены ПИ-II и ПИ-III, в которых степень замещения фенольных групп хромофорами составляла 50–60 мол. %, причем результаты имели хорошую воспроизводимость.

Если же для модификации хромофорами использовали ПИ, переосажденные в спирт, то степень замещения фенольных групп хромофорами в них составляла 18–43 мол. % и результат существенно зависел от качества предварительной осушки полимера.

ПИ-І имеют более широкий набор растворимых структур по сравнению с ПИ-ІІ и ПИ-ІV, которые при использовании диангидридов Q_2 и Q_4 теряли растворимость в амидных растворителях.

Этерификация карбоксильных групп ПИ-V протекала на большую глубину по сравнению с гидроксилсодержащими ПИ, и степень замещения составляла 40–85 мол. %.

В спектрах ЯМР ¹Н хромофорсодержащих полимеров имеются сигналы хромофоров 0.95 м.д. (CH₃), 3.75 м.д. (NCH₂), 4.3 м.д. (OCH₂). В ароматической области уменьшается сигнал фенольной группы (9.8 м.д.) по сравнению с исходным полимером. Появляются новые сигналы протонов акцепторного кольца хромофора в области 8.3–8.5 м.д. (протоны в *орто*-положении к группам NO₂ или CN), а также протонов донорного кольца в области 6.6–6.7 м.д. (протоны в *орто*-положении к аминогруппе), которые использовали для расчета степени замещения групп OH и COOH.

В УФ-спектрах хромофорсодержащих ПИ наблюдалось поглощение в области 380—600 нм, характерное для π - π *-переходов азохромофоров, или 350—510 нм в случае халконового фрагмента, что также свидетельствовало о введении хромофоров в полимерные цепи. В табл. 1 приведены

323

Таблица 1. Температура стеклования T_c , полинга $T_{пол}$, температура 5%-ной потери массы полимера $T_{5\%}$, длина волны максимума полосы поглощения $\lambda_{\text{макс}}$, коэффициент дипольной ориентации хромофоров $K_{\text{ор}}$, коэффициент генерации второй гармоники d_{33} , толщина полимерной пленки d с концентрацией хромофоров c

Полимер	с, мол. %	$\lambda_{\text{макс}},$ нм	<i>d</i> , мкм	<i>T</i> _{5%} , °C	T_c , °C	<i>Т</i> _{пол} , °С	<i>d</i> ₃₃ , пм/В	<i>K</i> _{op} , %
ПИ-I ($Q_1 - R'_1$)	50	500	0.62	_	192	180	5.1	24
ПИ-I ($Q_1 - R'_2$)	43	512	0.54	296	180	190	30	22
ПИ-I (Q ₁ -R' ₃)	18	500	0.81	315	233	190	17.6	17
ПИ-I ($Q_1 - R_7'$)	58	425	0.81	_	186	130	7.1	26
ПИ-I ($Q_2 - R'_1$)	40	498	0.14	302	192	175	19.1	27
ПИ-I (Q ₂ -R' ₂)	57	508	0.54	—	186	190	10.2	16
ПИ-I ($Q_2 - R'_2$)	57	508	0.11	—	186	190	22.2	29
ПИ-I (Q ₂ -R' ₃)	57	497	0.54	310	193	190	10.1	16
ПИ-I (Q ₂ -R' ₇)	40	440	0.62	321	199	175	2.5	28
ПИ-I (Q ₃ -R' ₁)	29	480	0.81	—	200	170	6.7	15
ПИ-I (Q ₃ -R' ₂)	28	503	1.08	300	170	170	11.3	14
ПИ-I (Q ₄ -R' ₂)	45	512	0.11	—	188	190	27.6	32
ПИ-I (Q ₅ -R ₁ ')	23	495	0.45	297	208	190	11.3	33
ПИ-I (Q ₅ -R ₂ ')	27	512	0.64	294	199	190	52	28
ПИ-I (Q ₅ -R ₂ ')	27	512	0.56	294	199	200	13.3	19
ПИ-I (Q ₅ -R ₂ ')	60	512	0.18	297	169	190	24.8	32
ПИ-I (Q ₅ -R ₂ ')	60	512	0.28	294	169	170	35.5	19
ПИ-I (Q ₅ -R' ₃)	20	505	0.14	302	221	190	24.1	22
ПИ-II ($Q_1 - R'_2$)	60	508	0.3	310	178	194	22.6	19
ПИ-II ($Q_1 - R'_3$)	55	495	0.28	310	184	192	15.5	19
ПИ-III ($Q_1 - R'_1$)	43	490	0.67	307	220	190	3.1	25
ПИ-III (Q ₃ -R ₂)	70	505	0.54	304	219	190	10	25
ПИ-III (Q ₅ -R' ₃)	20	500	0.60	322	210	200	11.3	22
ПИ-IV ($Q_1 - R'_1$)	70	493	1.89	302	203	150	10	20
ПИ-IV ($Q_5 - R'_2$)	64	515	0.31	—	200	192	17.6	27
ПИ-IV ($Q_5 - R'_3$)	50	505	0.30	314	211	190	10.1	30
ПИ-V ($Q_1 - R'_1$)	75	—	1.35	—	189	150	15	19
ПИ-V ($Q_1 - R_2'$)	80	—	0.13	323	201	160	16	27
ПИ-V (Q ₃ -R' ₃)	60	495	0.61	258	170	190	16	20
ПИ-V ($Q_5 - R'_1$)	85	488	0.30	—	_	196	21.3	27
ПИ-V ($Q_5 - R'_2$)	64	508	1.08	330	192	190	46.2	27

Таблица 1. Окончание

Полимер	<i>с</i> , мол. %	$\lambda_{\text{макс}},$ нм	<i>d</i> , мкм	<i>T</i> _{5%} , °C	T_c , °C	<i>Т</i> _{пол} , °С	<i>d</i> ₃₃ , пм/В	<i>K</i> _{op} , %
ПИ-V ($Q_5 - R'_2$)	70	508	0.3	327	185	192	21.3	18
ПИ-V ($Q_5 - R'_2$)	45	508	0.53	327	194	198	20.1	13
ПИ-V (Q ₅ -R' ₃)	85	495	0.24	345	192	190	23.8	20
ПИ-V ($Q_5 - R'_4$)	88	480	0.42	351	194	190	16.3	11
ПИ-V ($Q_5 - R'_5$)	70	486	0.55	—	—	194	3.8	22
ПИ-V ($Q_5 - R_6'$)	86	460	0.49	298	215	190	3.9	9.4
ПИ-VI (R'')	_	460	0.8	263	202	190	18.1	_
ПИ-VI (R ₂ ")	_	475	0.54	334	191	190	13.8	_
ПИ-VI (R ₃ ")	_	470	0.81	557	206	190	10.1	11
ПИ-VI (R ₃ ")	_	470	0.14	357	206	190	62.1	27
ПИ-VI (R ₄ '')	_	456	0.6	337	193	190	11.3	13
ПИ-VI (R ₅ ")	_	464	0.5	378	201	190	8.7	17
ПИ-VI (R ₆ ")	_	473	0.24	_	192	190	15.1	_
ПИ-VI (R ₇ ")	_	475	0.27	308	202	200	35.1	26
ПИ-VI (R ₈ ")	_	408	0.52	319	177	180	3.1	19
ПХ-I (R ₂)	40	510	0.95	307	_	190	1.5	_
ΠX -II (R_1)	55	490	0.54	303	193	190	11.1	18
ΠX -II (R_2)	46	510	1.03	_	207	188	9.4	16

значения длины волн максимумов соответствующих полос $\lambda_{\text{макс}}$

ПИ смешанного типа (ПИ-VI) были получены в ТГФ и имели значения [η] = 0.18–0.21 дл/г. При использовании плохо растворимого диимида диангидрида Q₁ реакция протекала с образованием преимущественно димера.

Исходные ПИ обладают высокой температурой стеклования (250, 255, >280°С для ПИ-I-Q₅, ПИ-V-Q₅, ПИ-V-Q₃ соответственно). Замещение ОН- и СООН-групп ПИ хромофорами приводит к закономерному уменьшению количества водородных связей в полимерах, разрыхлению структуры, нарушению регулярности строения, что вызывает их аморфизацию, в результате чего T_c ПИ понижается на 40–85°С в зависимости от степени замещения реакционных групп хромофорами. При равной степени этерификации функциональных групп ПИ-III, ПИ-IV и ПИ-V имеют T_c на 15–25°С выше по сравнению с ПИ-I и ПИ-II, полученными на основе *бис-орто*-аминофено-

лов, что указывает на более высокую энергию межцепных взаимодействий в них.

Все функционализированные ПИ на основе фторсодержащего диангидрида Q_3 были хорошо растворимы в циклогексаноне, в то время как другие полимеры (за исключением ПИ-I, ПИ-II и ПИ-III на основе Q_1) образовывали из смеси циклогексанона с 5–10 об. % ДМАА или МП эластичные, оптически прозрачные полимерные покрытия на стеклах с хорошей адгезионной прочностью. При использовании менее растворимых халконсодержащих ПИ необходимо было добавлять в циклогексанон 30 об. % МП.

Для получения хромофорсодержащих полимеров в качестве матрицы применяли также и ПХ, которые по теплостойкости ($T_c = ~313^{\circ}$ С) и термостойкости ($T_{5\%} = ~420^{\circ}$ С) не уступают ПИ. Реакцию в цепях ПХ проводили в ДМАА, в результате которой было введено 40–50 мол. % азохромофоров в боковые цепи полимеров.

Структура и оптические характеристики азохромофоров

Как видно из предыдущего раздела, мономеры для синтеза растворимых ПИ были выбраны таким образом, чтобы образующиеся полимерные цепи не только содержали функциональные группы для введения хромофоров в боковые цепи ПИ, но и имели гибкость, достаточную для обеспечения высокой растворимости в ТГФ и циклогексаноне, что связано с необходимостью получения из этих ПИ качественных пленочных покрытий. При этом жесткость полимерной цепи изменяли путем введения различных мостиковых групп в основную цепь ПИ. В качестве хромофорных групп были использованы как промышленные азокрасители (R₁OH, R₂OH и (HO-CH₂CH₂)₂-R''), так и впервые синтезированные производные халкона и азофталонитрила, УФ-спектры красителей представлены на рис. 1. Азохромофоры со строением, характерным для нелинейных оптических структур, различаются акцепторными группами (NO₂ или две варьируемые по положению в бензольном кольце группы CN), и их длинноволновые полосы поглощения соответствует п-пак-переходу данного класса соединений.

Хромофоры, обладающие большим дипольным моментом, имеют тенденцию к центросимметричной агрегации, возникающей в результате межмолекулярных диполь-дипольных взаимодействий, что затрудняет процесс их полярного упорядочения в процессе полинга.

В литературе описаны довольно сложные и дорогостоящие синтезы красителей, в которых для уменьшения центросимметричной агрегации хромофоров были введены объемные заместители как в донорную, так и в акцепторную части молекулы красителя [33–37]. При этом использование одних и тех же хромофоров в различных полимерах приводило к довольно сильно различающимся показателям нелинейного отклика [38, 39].

Кроме того, результирующий эффект таких объемных групп в хромофоре на нелинейные оптические свойства полимеров трудно предсказать заранее, поскольку стерически нагруженные хромофоры обладают меньшей подвижностью, что может затруднить их ориентацию в электрическом поле [33].

Учитывая эти факторы, в акцепторное кольцо красителя были введены атом Cl (R'_2OH и (HO– $CH_2CH_2)_2N-R''_2$), объемный бензтриазольный фрагмент (R'_6OH) или феноксигруппы (HO– $CH_2CH_2)_2N-R''_6$) и (HO– $CH_2CH_2)_2N-R''_7$), которые могли бы препятствовать пространственному сближению и центросимметричной агрегации боковых хромофорных групп в полимерах.



Рис. 1. Спектры поглощения хромофоров в ТГФ. а: $1 - R'_4OH, 2 - R'_3OH, 3 - R'_7OH, 4 - R'_6OH, 5 - R'_5OH;$ 6: $1 - (HO-CH_2CH_2)_2 - N - R''_5, 2 - (HOCH_2CH_2)_2 - N - R''_4, 3 - (OHCH_2CH_2)_2 - N - R''_7, 4 - (HOCH_2CH_2)_2 - N - R''_2, 5 - (HOCH_2CH_2)_2 - N - R''_3, 6 - (HOCH_2CH_2)_2 - N - R''_8.$

Введение объемного бензтриазольного заместителя в акцепторный фталонитрильный фрагмент хромофорной группы R'_3 вызывает коротковолновый сдвиг на 28 нм максимума полосы поглощения (рис. 1а, кривая 4), указывающий на получение хромофора (R'_6 OH) с более слабыми акцепторными свойствами по сравнению с (R'_3 OH). В случае феноксизамещения ((HOCH₂CH₂)₂N- R''_7) происходит небольшой (на 6 нм) батохромный сдвиг того же максимума (рис. 16, кривая 3). В качестве хромофоров использовали также про-



Рис. 2. Кривые ТГА: $1 - \Pi И$ -IV (Q₁-R'₃), $2 - \Pi И$ -I (Q₅-R'₂), $3 - \Pi И$ -V (Q₁-R'₇), $4 - \Pi И$ -I (Q₃-R'₂), $5 - \Pi И$ -II (Q₁-R'₃), $6 - \Pi X$ -I (R'₂), $7 - \Pi M$ -V (Q₅-R'₃), $8 - \Pi M$ -V (Q₃-R'₄).

изводные α,β -ненасыщенного кетона (халкона) (R₇OH и (HOCH₂CH₂)₂N-R₈"), имеющие несимметричное строение и содержащие донорные и акцепторные группы. Низкомолекулярный аналог этих хромофоров 4-амино-4'-бромхалкон в кристаллическом состоянии обладает сильной квадратичной оптической нелинейностью, а в поляризованных пленках поли(арилэфирхалконов) и полиамидоимида с халконовым хромофором (HOCH₂CH₂)₂N-R₈") ранее наблюдали генерацию второй гармоники [40-42].

Термические и нелинейно-оптические свойства полиимидов и их структура

Температура термического разложения хромофорсодержащих ПИ ($T_5 = 290-350^{\circ}$ С), обусловленного началом распада хромофорных групп (рис. 2), на ~100°С превышала их T_c (170–218°С), что дало возможность проводить полинг образцов при температурах не выше 210°С. ПХ-I имели T_c выше 250°С, что не позволило оптимизировать условия полинга. В результате поляризованные пленки этих полимеров давали менее интенсивные сигналы генерации второй гармоники по сравнению с полиимидами (табл. 1).

Степень ориентационной упорядоченности хромофорных групп синтезированных полимеров, рассчитанная по формуле (1), составляла 13—30%.

Незначительные изменения сигнала второй гармоники при двумерном сканировании поверх-

ности образцов сфокусированным лазерным пучком свидетельствовали о хорошей однородности исследуемых пленок. Отсутствие излучения гармоники, поляризованного перпендикулярно плоскости падения, и характер угловых зависимостей показали, что в плоскости пленок нет полярных направлений, но перпендикулярно этой плоскости существует полярная ось бесконечного порядка. Это указывает на симметрию ∞*тт*, при которой отличны от нуля только три независимых коэффициента d_{31} , d_{15} и d_{33} ; (1, 2, 3) \rightleftharpoons (*x*, *у*, *z*), оси *х* и *у* лежат в плоскости пленки. Наилучшее согласие теоретических и экспериментальных зависимостей интенсивности генерации второй гармоники от угла падения лазерного излучения на образец достигалось при $d_{31} \approx d_{15} \approx d_{33}/3$, что характерно для указанной выше симметрии и слабой частотной дисперсии. Измеренные коэффициенты генерации второй гармоники d_{33} целого ряда поляризованных пленок ПИ достигали достаточно высоких значений в несколько десятков пикометров на вольт (табл. 1). Значения d_{33} зависели не только от температуры и напряжения на игле в процессе полинга, но и весьма значительно от толщины образцов.

Температуру полинга варьировали с учетом того, что в области T_c в результате возрастания молекулярной подвижности макроцепей ПИ достигается увеличение степени нецентросимметричной ориентации хромофорных групп электрическим полем, но в то же время в условиях высоких температур происходит рост удельной проводимости полимеров, ухудшаются их диэлектрические свойства, что в свою очередь отрицательно влияет на ориентационный эффект. Полимер ПИ-II на основе Q_1 и R'_2 имеет хорошую температурно-временную стабильность нелинейного отклика: коэффициент d_{33} изменялся лишь на 7% при прогревании полимерной пленки при 125°C в течение 110 ч, а затем длительное время оставался неизменным. Жесткоцепной характер полимерных цепей ПИ и их относительно низкая подвижность обусловливают высокую релаксационную устойчивость наведенного ориентационного порядка хромофорных групп.

Халконсодержащие полиимиды ПИ-І и ПИ-V имеют самые низкие среди изученных полимеров коэффициенты $d_{33} = 2.5 - 7.1$ пм/В. С уменьшением температуры полинга от 175 до 130°С значения d₃₃ несколько возрастают. Вероятно, вблизи температуры стеклования этих полиимидов (T_c = $= 186^{\circ}$ C) и при длительном прогревании частично протекает побочная реакция раскрытия двойных связей, на что косвенно указывает кажущийся высокий коэффициент ориентации (~30%), рассчитанный по формуле (1) (при раскрытии двойных связей, как и при ориентации хромофоров, уменьшается интенсивность их длинноволновой полосы поглощения). Данные термогравиметрического анализа также подтверждают это заключение (рис. 2, кривая 3). Введение халконовых групп через алкиламиногруппу в боковые цепи полиимидов привело к заметному понижению их термостойкости по сравнению с ароматическими полиимидами и полиамидоимидами, содержащими эти группы в основных или боковых цепях [42].

Из сопоставления значений d₃₃ для ПИ-I, ПИ-III, ПИ-IV можно сделать вывод, что лишенные осевой симметрии хромофорные группы R₂ и R₃ имеют преимущество перед более симметричной группой R₁. Полуэмпирические расчеты методом РМ-3 [43] показывают, что хромофоры R₁OH и R'₃OH обладают близкими значениями молекулярной гиперполяризуемости (22.4 × 10⁻³⁰ esu и 20.6×10^{-30} esu соответственно). Возможно, усиление нелинейного отклика хромофорсодержащих полиимидов при замене хромофорных групп R' на R' вызвано тем, что нитрильная группа в мета-положении к азо-мостику создает стерические затруднения для центросимметричной агрегации хромофоров. Введение объемного акцепторного бензтриазольного фрагмента в акцепторное кольцо хромофорной группы R₆ привело к резкому понижению степени ориентационной упорядоченности хромофоров при полинге и, как следствие, к падению величины d_{33} , при одновременном улучшении растворимости хромофорсодержащих ПИ и однородности пленочного по-крытия.

Полученные результаты согласуются с известными из литературы данными о том, что с увеличением концентрации ковалентно присоединенных хромофорных групп в полимерах не всегда удается достигнуть повышения сигналов генерации второй гармоники из-за усиления дипольдипольных взаимодействий хромофоров, приводящих к их центросимметричной агрегации [2, 43]. Так, смешанные ПИ (ПИ-VI) имеют наибольшую степень загруженности хромофорами, но при этом их значения d_{33} не превышают 10-18 пм/В (за исключением тонких пленок полимера ПИ-VI- R_3'' , для которого $d_{33} = 62$ пм/B). Смещение полос поглощения хромофорных групп на ~30 нм в коротковолновую область по сравнению с другими хромофорсодержащими ПИ свидетельствует о наличии сильных взаимодействий в полимерах.

ПИ-VI с хромофорными группами R₇", содержащими объемный 4-*трет*-бутил-фенокси-заместитель, имеют существенно более высокие значения d₃₃, чем ПИ той же серии с хромофорными группами R₃" (при тех же условиях приготовления образцов). Следовательно, положительный изолирующий эффект боковой группы, препятствующей агрегации хромофоров, подтверждает влияние стерики хромофоров на нелинейные оптические свойства хромофорсодержащих ПИ.

Необходимо отметить высокие значения d_{33} для ПИ-I (на основе Q₁, Q₂, Q₄, Q₅), ПИ-II, ПИ-IV и ПИ-V с редко используемым для этих целей промышленным красителем DR-13 (хромофорные группы R₂). Эти полимеры имели в 2-3 раза более высокие значения d_{33} , чем аналогичные ПИ, содержащие хорошо исследованный промышленный краситель DR-1 (хромофорные группы R₁). При наличии атома Cl в акцепторном кольце хромофоров R'OH и (HO-CH2CH2)N-R''OH наблюдается длинноволновое смещение полосы $\pi - \pi^*$ -перехода хромофора (а также и хромофорных групп ПИ) на 22 нм по сравнению с хромофорами R₁ OH и (HO-CH₂CH₂)₂N-R₁ вследствие увеличения степени смещения электронной плотности от электронодонорного к электроноакцепторному концу хромофора. Наряду с изменением электронных свойств введение Cl приводит к нарушению осевой симметрии красителя. Поэтому наблюдаемое повышение нелинейного отклика хромофорсодержащих ПИ может быть также связано и с понижением центросимметричной агрегации хромофорных групп и, как следствие, более эффективной их ориентацией в процессе полинга.

Данные, приведенные в табл. 1, показывают, что удлинение повторяющегося мономерного звена макромолекулы также может способствовать уменьшению агрегации хромофорных групп за счет их пространственного удаления друг от друга. Так, использование недорогого четырехъядерного диангидрида Q_5 в синтезе хромофорсодержащих ПИ привело к понижению массовой доли хромофора в нем по сравнению с другими хромофорсодержащими ПИ, но при этом в большинстве случаев наблюдалось повышение нелинейного отклика полимеров.

Влияние изомерии положения групп СN в хромофорных звеньях $R'_3-R'_5$ на нелинейные оптические свойства хромофорсодержащих ПИ было исследовано в ряду ПИ-V. При замене R'_3 на R'_5 величина d_{33} резко падает от 23.8 до 3.8 пм/В, что, очевидно, связано с уменьшением длины сопряжения в хромофорной группе R'_5 по сравнению с R'_3 . Относительно большое значение $d_{33} = 16$ пм/В наблюдалось при использовании изофталонитрильной хромофорной группы (R'_4), несмотря на то, что нитрильные группы при этом выведены из сопряжения с азогруппой. Вероятно, в данном случае расположение нитрильных групп способствует уменьшению агрегации хромофорных фрагментов.

Отметим, что ПИ-V на основе диангидрида Q_1 часто образуют недостаточно качественные пленочные покрытия. Поэтому для улучшения качества пленок был синтезирован сополиимид, в котором 20 мол. % 3,5-диаминобензойной кислоты заменили на 4,4'-диаминотрифениламин. В качестве хромофора использовали DR-13 (R₂'OH). При этом d_{33} у сополиимида возросло на 40% по сравнению с исходным ПИ-V-Q₁-R₂' (от 16 до 23 пм/В).

В целом близкий уровень оптической нелинейности ПИ-I, ПИ-II и ПИ-V, несмотря на более высокую степень замещения у последнего, указывает на относительное преимущество гибких простых эфирных связей в качестве спейсеров, отделяющих хромофор от основной цепи в ПИ-I и ПИ-II перед более жесткими сложноэфирными группами, которые играют роль таких спейсеров в ПИ-V. Тем не менее преимущество ПИ-V заключается в большей доступности исходных мономеров, особенно при использовании диангидрида Q_5 .

Что касается ПИ-III, то наличие в них трифенилметановой группы способствовало улучшению их растворимости по сравнению с ПИ-IV и ПИ-V, но в то же время не наблюдалось снижения жесткости полимерных цепей и роста сигналов генерации второй гармоники.

Светочувствительные свойства синтезированных полимеров

Полученные значения интегральной светочув-

ствительности $S'_{0,1}$ и параметров процесса фотогенерации свободных носителей заряда (радиуса термализации $r_{\rm p}$ квантового выхода образования связанных пар носителей заряда η_0 и квантового выхода свободных носителей заряда η) представлены в табл. 2. Светочувствительность не содержащих хромофорных групп исходных ПИ и ПХ обусловлена их способностью образовывать межцепные комплексы с переносом заряда [25]. Величины S_{0.1} и η, а также спектральная светочувствительность S_{0.1} исходных полимеров (рис. 3а, 36, 3в) проявляют характерную для ПИ зависимость от донорно-акцепторных свойств мономерного звена полимера. При неизменном акцепторном бисфтальимидном звене (Q_1) величины $S'_{0,1}$, $S_{0,1}$ и η изменяются по мере возрастания донорных свойств диаминных фрагментов мономерного звена ПИ в ряду ПИ-V < ПИ-I < ПИ-II (ПИ-V-Q₁: $S'_{0,1} = 0.10 \times 10^{-3}$ (лк с)⁻¹, $\eta = 0.01$) В ряду ПИ-I высокие значения S_{0.1} наблюдаются у образца 2, содержащего мономерное звено с более выраженными акцепторными свойствами.

Введение красителей в элементарное звено полимеров приводит к увеличению значений S₀₁ и изменению вида спектров светочувствительности. Спектры $S_{0.1}$ повторяют спектры поглощения полимеров в области 400-600 нм, при этом значения S_{0.1} для хромофорсодержащих ПИ в области максимума полосы поглощения увеличиваются по сравнению с исходными ПИ более, чем на порядок ($S_{0,1} = 3 - 4 \times 10^5 \text{ см}^2/\text{Дж}$). Относительно высокий уровень светочувствительности полиимидов на основе диангидрида Q₅ со слабо выраженными акцепторными свойствами указывает на влияние структурного фактора ПИ на $S_{0,1}$. Введение в ПИ халконовых хромофорных групп (R'_{7}) приводит к наименьшей спектральной светочувствительности S_{0.1} (рис. 3а, кривая 11; рис. 3б, кривая 5).

ПИ-VI характеризуются меньшими значениями $S_{0.1}$ (рис. 36). Заметное понижение величин $S_{0.1}$ и η наблюдалось при введении в ПИ-VI хромофора (HOCH₂CH₂)₂N-R₇⁻, содержащего 4-*трет*-бутил-феноксигруппу (рис. 36, кривая *6*). Очевидно, большой объем хромофора приводит к затруднению транспорта фотогенерированных носителей заряда в полимере.

Необходимо отметить, что наблюдается корреляция величин $S_{0.1}$ с нелинейными оптическими свойствами хромофорсодержащих ПИ, а именно, более эффективную фотогенерацию носителей

Образец, №	Полимер	$S'_{0.1} \times 10^3$, (лк с) ⁻¹	η	<i>r</i> _T , нм	η_0
1	ПИ-I (Q ₁)	0.21	0.03	2.0	0.06
2	ПИ-I (Q ₃)	0.76	0.07	2.0	0.15
3	ПИ-I (Q ₅)	0.46	0.05	2.2	0.11
4	$\Pi H \Pi (Q_1)$	0.40	0.06	2.1	0.11
5	ПИ-П (Q_5) ПИ-IV (Q_5)	0.60	0.06	2.2	0.12
7	ПИ-V (Q5)	0.75	0.00	2.0	0.12
8	ПИ-I (Q ₁ -R' ₂)	32	0.15	2.5	0.26
9	ПИ-I (Q ₁ -R' ₃)	15	0.11	2.8	0.16
10	ПИ-I ($Q_2 - R'_2$)	15	0.10	2.5	0.18
11	ПИ-I (Q ₂ -R' ₃)	12	0.08	2.6	0.14
12	ПИ-I (Q ₃ -R ₁)	5.7	0.05	2.5	0.09
13	ПИ-I (Q ₃ -R' ₂)	21	0.12	2.5	0.21
14	ПИ-I ($Q_5 - R'_1$)	4.5	0.05	2.5	0.09
15	ПИ-I (Q ₅ -R ₂)	32	0.16	2.7	0.28
16	ПИ-II ($Q_1 - R'_2$)	20	0.12	2.6	0.22
17	ПИ-II ($Q_1 - R'_3$)	15	0.11	2.8	0.19
18	ПИ-II ($Q_5 - R'_2$)	41	0.05	2.7	0.09
19	ПИ-III ($Q_1 - R'_1$)	11	0.09	2.5	0.17
20	ПИ-III (Q ₅ -R')	10	0.08	2.7	0.13
21	ПИ-IV ($Q_3 - R'_2$)	8.2	0.09	2.6	0.14
22	ПИ-IV ($Q_5 - R'_3$)	7.0	0.07	2.7	0.14
23	ПИ-V ($Q_5 - R'_3$)	7.0	0.08	2.8	0.14
24	ПИ-V ($Q_3 - R_6'$)	8.5	0.08	2.7	0.14
25	ПИ-V ($Q_3 - R'_1$)	6.4	0.06	2.5	0.095
26	ПИ-V (Q_3 - R'_2)	7.2	0.07	2.5	0.11
27	ПИ-V ($Q_5 - R_2'$)	8.6	0.08	2.8	0.14
28	ПИ-V ($Q_5 - R'_1$)	18	0.12	2.5	0.19
29	ПИ-VI ($Q_3 - R_4''$)	2.0	0.04	2.5	0.06
30	ПИ-VI ($Q_3 - R_2''$)	12	0.11	2.6	0.20
31	ПИ-VI ($Q_3 - R_5''$)	8.0	0.06	2.5	0.11
32	ΠX -I (R'_2)	7.5	0.07	2.8	0.12
33	ΠX -II (R'_2)	1.5	0.02	2.8	0.4
34	ПХ-І	10	0.10	2.0	0.2

Таблица 2. Интегральная светочувствительность S'_{0.1}, и параметры фотогенерации носителей зарядов полиимидов и полихиназолонов



Рис. 3. Спектральная светочувствительность полиимидов. а: ПИ-I, $1 - (Q_1)$, $2 - (Q_2)$, $3 - (Q_5)$, $4 - (Q_3)$, $5 - (Q_2 - R'_2)$, $6 - (Q_5 - R'_1)$, $7 - (Q_5 - R'_3)$, $8 - (Q_1 - R'_2)$, $9 - (Q_3 - R'_2)$, $10 - (Q_5 - R'_2)$, $11 - (Q_1 - R'_7)$; 6: $1 - \Pi H$ -II (Q₅), $2 - \Pi H$ -II (Q₅ - R'₂), $3 - \Pi H$ -VI (Q₃ - R''_2), $4 - \Pi H$ -VI (Q₃ - R''_5), $5 - \Pi H$ -VI (Q₃ - R''_8), $6 - \Pi H$ -VI (Q₃ - R''_7); в: ΠH -V, $1 - (Q_5)$, $2 - (Q_5 - R'_1)$, $3 - (Q_5 - R'_2)$, $4 - (Q_5 - R'_3)$, $5 - (Q_1 - R'_5)$, $6 - (Q_3 - R'_1)$, $7 - (Q_1)$, 8 сополиимид(Q₁), 9 - сополиимид(Q₁ - R'_2).

заряда проявляют полиимиды с хромофорными группами R'₂.

Можно предположить, что введение в полимеры π-сопряженных хромофоров не только увеличивает эффективность фотогенерации вследствие внутримолекулярного разделения зарядов в хромофорах при их возбуждении в области $\pi - \pi^*$ -перехода, но и способствует увеличению дрейфовой подвижности фотогенерированных дырок благодаря наличию в хромофорах электронодонорных третичных аминогрупп, что ведет к возрастанию фотопроводимости полимеров. О влиянии электронодонорных групп исходных не содержащих хромофоров полимеров на их светочувствительность свидетельствует также тот факт, что при замене 20 мол. % диаминобензойной кислоты в Π И-V-Q₁ на 4,4'-диаминотрифениламин, т.е. при переходе от ПИ-V-Q1 к сополиимиду, светочувствительность S_{0.1} увеличилась в 1.5 раза. При введении хромофорных групп R'2 в сополиимид величина $S_{0,1}$ возрастала на порядок, а максимум спектральной светочувствительности смещался в длинноволновую область (рис. 3в, кривые 8 и 9).

Из сравнения образцов ПИ-І (1-3 и 8-14), ПИ-II (4-5 и 16-18), ПИ-IV (6 и 21, 22) и ПИ-V (7 и 23-28) видно, что в результате присоединения хромофорных групп к указанным полимерам наблюдается увеличение значений радиусов термализации $r_{\rm t}$ от 2.0 до 2.5–2.8 нм и квантовых выходов η и η₀, что характерно для сенсибилизированного фотолиза. Эти результаты могут быть связаны с образованием эксиплекса фотовозбужденного хромофора с электронодонорным диаминным фрагментом мономерного звена ПИ, что приводит к увеличению области термализации энергии фотовозбуждения. Полученные данные свидетельствуют о том, что хромофорные группы участвуют в формировании межцепных комплексов переноса заряда.

Таким образом, целый ряд полученных в настоящей работе полимерных материалов являются перспективными для использования в оптических удвоителях частоты, электрооптических модуляторах и переключателях, а также в качестве регистрирующих сред для устройств записи и хранения информации.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Nonlinear Optics of Organic Moleculas and Polymers/ Ed. by H.S. Halwa, S. Miyama. Boca Raton: CRS Press, 1997.
- 2. Dalton L.R. // Adv. Polym. Sci. 2002.V. 158. P. 1.
- 3. *Hiroaki K., Masaki K., Takao T., Mitsunor H.* // Int. J. Heat Mass Transfer. 2002. V. 45. № 4. P. 865.
- 4. Kim S.K., Hyng Y.C., Se B.J., Geari K., Yuan W., Bornic B., Fetterman H.R. // Appl. Phys. Lett. 2005. V. 87: 061112. P. 1.

- Dalton L.R //. Organic Electro-Optic Materials. Boca Raton: CRS Press, 2007.
- 6. Baek W.S., Lee H. // J. Appl. Phys. 1990. V. 67. № 3. P. 1194.
- 7. Evants C.C., Baters E.C., Ward M.D. // Chem. Mater. 2000. V. 12. № 1. P. 236.
- 8. *Tian Y.Q., Chen C.Y., Haller M.A., Tucker N.M., Ka J.W., Luo J.D., Huang S., Jen A.K.Y. //* Macromolecules. 2007. V. 40. № 1. P. 97.
- 9. Суповицкий К.Ю., Тимофеева Т.В., Антипин М.Ю. // Успехи химии. 2006. Т. 75. № 6. С. 515.
- Cho M.J., Choi D.H., Silivan P.A., Akelaitis A.J.P., Dalton L.R. // Prog. Polym. Sci. 2008. V. 33. № 11. P. 1013.
- Yu D., Gharavi A., Yu L. // J. Am. Chem. Soc. 1995. V. 117. № 47. P. 11680.
- 12. *Kim H.K., Moon I.K., Lee H.-J., Han S.-G., Won J.H.* // Polymer. 1998. V. 39. № 8–9. P. 1719.
- 13. Saadeh N., Yu D., Wang L.M., Yu L.P. // J. Mater. Chem. 1999. V. 9. № 9. P. 1865.
- 14. Chen T.-A., Jen A.K.-J., Gai Y. // Macromolecules. 1996. V. 29. № 2. P. 535.
- 15. *Yu D., Yu L.* // Macromolecules. 1994. V. 27. № 23. P. 6718.
- Lee H.J., Lee M.-H., Han S.H., Kim H.-J., Anh J.-N., Lee F.-M., Won J.N. // J. Polym. Sci., Polym. Chem. 1998. V. 36. № 2. P. 301.
- 17. Saadeh H., Gharavi A., Yu D., Yu L. // Macromolecules. 1997. V. 30. № 18. P. 5403.
- Van den Broeck K., Verbiest T., Van Beylen M., Persoons A., Samyn C. // Macromol. Chem. Phys. 1999. V. 200. № 12. P. 2629.
- Van den Broeck K., Verbiest T., Degryse J., Van Beylen M., Persoons A., Samyn C. // Polymer. 2001. V. 42. № 8. P. 3315.
- 20. *Kim T.-D., Lee K.-S., Lee G.U., Kim O.-K.* // Polymer. 2000. V. 41. № 14. P. 5237
- 21. Belfield K.D., Najjar O., Sriram S.R. // Polymer. 2000. V. 41. № 13. P. 5011.
- Lee G.U., Jang H.-N., Lee J.-Y. // J. Polym. Sci., Polym. Chem. 2008. V. 46. № 9. P. 3078.
- Носова Г.И., Соловская Н.А., Ромашкова К.А., Якиманский А.В., Александрова Е.Л., Кудрявцев В.В. // Высокомолек. соед. А. 2008. Т. 50. № 8. С. 1524.
- 24. Ueda M., Nakayama T. // Macromolecules. 1996. V. 29. № 20. P. 6431.
- 25. Носова Г.И., Ртищев Н.Н., Соловская Н.А., Лукьяшина В.А., Галактионова Е.Ф., Ромашкова К.А., Смирнов Н.Н., Кудрявцев В.В. // Высокомолек. соед. А. 2003. Т. 45. № 5. С. 723.

- 26. Лысков В.Б., Абрамов И.Г., Доброхотов О.В., Носова Г.И., Якиманский А.В., Кудрявцев В.В. // Химия и хим. технология. 2008. Т. 51. № 8. С. 86.
- 27. Носова Г.И., Якиманский А.В., Кудрявцев В.В., Абрамов И.Г., Лысенко В.Б., Моковкина О.В., Горбань Н.Б. Пат. 2369597. Россия. 2009 // Б.И. 2009. № 28.
- 28. Знойко С.А., Майзлиш В.Е., Шапошников Г.П., Воронько М.Н., Абрамов И.Г. // Журн. общ. химии. 2007. Т. 77. № 9. С. 1551.
- Майзлиш В.Е., Балакирев А.Е., Шишкина О.В., Шапошников Г.П. // Журн. общ. химии. 2001. Т. 71. № 2. С. 274.
- Фирц-Давид Г.Э., Бланже Л. Основные процессы синтеза красителей. М.: Изд-во иностр. лит., 1957. С. 240.
- Ивановский С.А., Абрамов И.Г., Смирнов А.В., Дорогов М.В. Пат. 2167855. Россия // Б.И. 2001. № 15.
- Abramow I.G., Ivanovskii S.A., Dorogov M.V., Smirnov A.V., Abramova M.B. // Mendeleev Commun. 2000. № 2. P. 78.
- Li Z., Li Z., Di C., Zhu Z., Li Q., Zeng Q., Zhang K., Liu Y., Ye C., Qin J. // Macromolecules. 2006. V. 39. № 20. P. 6951.
- 34. *Li Z., Yu G., Li Z., Liu Y., Ye C., Qin J.* // Polymer. 2008. V. 49. № 4. P. 901.
- 35. Ju H.K., Lin J.S., Yoon S.C., Lee C., Choi B.P., Park S.K., Kim D.W. // Macromol. Symp. 2007. V. 249–250. P. 21.
- 36. *Li Q., Yu G., Hung J., Liu H., Li Z., Yr C., Liu Y., Qin J. //* Macromol. Rapid Commun. 2008. V. 29. № 10. P. 798.
- 37. Kwon O.-P., Rezzonico D., Kwon S.-J., Jazbinsek M., Gunter P. // Eur. Polym. J. 2008. V. 44. № 7. P. 2219.
- 38. Zeng Q., Li Z., Li Zh., Ye C., Qin J., Tang B.Z. // Macromolecules. 2007. V. 40. № 16. P. 5634.
- Luo J., Haller M., Li H., Tang H.-Z., Jen A.K.-Y., Jakka K., Chou C.-H., Shu C.-F. // Macromolecules. 2004. V. 37. № 2. P. 248.
- 40. Агринская Н.В., Кудрявцев В.В., Лукошкин В.А., Носова Г.И., Соловская Н.А., Якиманский А.В. // Физика твердого тела. 1999. Т. 41. № 11. С. 2884.
- 41. *Tao X.T., Watanabe T., Kono K., Deguchi T., Nakaya-ma M., Miyata S. //* Chem. Mater. 1996. V. 8. № 6. P. 1326.
- Носова Г.И., Соловская Н.А., Ромашкова К.А., Лукьяшина В.А., Сидорович А.В., Гофман И.В., Александрова Е.Л., Абалов В.И., Кудрявцев В.В. // Высокомолек. соед. А. 2006. Т. 48. № 6. С. 900.
- 43. *Dalton L.R.* // Pure Appl. Chem. 2004. V. 76. № 7–8. P. 1421.