Mise au point sur le système binaire TI–Te et affinement des structures de TITe et TI_5Te_3

ABDOULAYE ABBA TOURE, GABRIELLE KRA, ET ROSE EHOLIE

Laboratoire de Chimie Minérale, Faculté des Sciences et Techniques, 22 B.P. 582 Abidjan 22, République de Côte d'Ivoire

ET JOSETTE OLIVIER-FOURCADE ET JEAN-CLAUDE JUMAS

Laboratoire de Physicochimie des Matériaux (URA DO407 CNRS), Université des Sciences et Techniques du Languedoc, Place Eugène Bataillon, 34060 Montpellier Cedex, France

Received September 27, 1989; in revised form March 27, 1990

The Tl-Te system has been reinvestigated by thermal analysis and X-ray diffraction and the crystal structures of TlTe (R = 0.059) and Tl₅Te₃ (R = 0.054) have been redetermined. TlTe is tetragonal, space group I4/mcm with a = 12.961 (4) Å, c = 6.18 (7) Å, and Z = 16. Tl₅Te₃ is tetragonal, space group I4/m with a = 8.917 (3) Å, c = 12.613 (3) Å, and Z = 4. The TlTe structure can be described in terms of chains [Te]_n (with short Te-Te atomic distances of 3.026 and 3.085 Å) connected by the Tl¹ polyedra coordination. The Tl₅Te₃ structure is built from TlTe₆ layers perpendicular to the *c*-axis and shows the simultaneous presence of Tl¹ and Tl^{III}. The expanded formula of Tl₅Te₃ can be written as Tl¹₉Tl^{IIIT}e₆. © 1990 Academic Press, Inc.

1. Introduction

Dans le cadre d'une étude globale du système ternaire thallium-germanium-tellure, nous avons été amené à faire une mise au point sur le système binaire thallium-tellure. En effet, le diagramme de phases de ce système a été étudié par différents auteurs (1-9) dont les résultats ne sont pas toujours en accord sur la composition des phases présentes et sur la nature de leur fusion.

Les structures des trois phases Tl_2Te_3 (10), TITe (11, 12) et Tl_5Te_3 (10, 13) ont été résolues antérieurement. Dans tous les cas, les facteurs de reliabilité R sont élevés et des désaccords sont mis en évidence.

Pour TITe (11, 12), si le système cristallin (quadratique) et le groupe d'espace (14/

mcm) ne sont pas controversés, il n'en est pas de même pour la répartition des atomes de tellure sur les sites 4*b* et 4*d*. Pour Tl_5Te_3 deux groupes d'espace ont été publiés, *I*4 (*13*) et *I*4/*mcm* (*10*), avec des répartitions atomiques différentes.

Nos résultats confirment ceux de Rabenau *et al.* (4). Nous retrouvons les composés:

- $-Tl_5Te_3$ à fusion congruente à 450°C
- -TeTe à décomposition péritectique à 298°C
- -Tl₂Te₃ à décomposition péritectique à 230° C.

Les paramètres cristallographiques des différentes phases que nous avons obtenus sont comparés à ceux de la bibliographie dans le tableau I.

ABBA TOURE ET AL.

Composé et type de fusion	Auteurs	Système cristallin et groupe d'espace	Paramètres (Å)	z
Tl ₅ Te ₃	$\operatorname{Man} et al.$	Quadratique $I\overline{4}$	a = 8,92	4
450°C	Burkhardt et Schubert (11)	Quadratique I4/mcm	c = 12,63 a = 8,829 c = 12,620	4
	Nos travaux	Quadratique I4/m	a = 8,917(3) c = 12,613(3)	4
TITe dp 298°C	Burkhardt et Schubert (11)	Quadratique I4/mcm	a = 12,954(3) c = 6,178(3)	16
	Weiss <i>et</i> al. (12)	Quadratique I4/mcm	a = 12,95(1) c = 6,18(1)	16
	Nos travaux	Quadratique I4/mcm	a = 12,961(4) c = 6,18(7)	16
Tl ₂ Te ₃ dp 230°C	Bhan et Schubert (10)	Monoclinique Cc	a = 17,413 b = 6,552 c = 7,910 $\beta = 133,16^{\circ}$	4
	Nos travaux	Monoclinique Cc	$a = 13,31 b = 6,55 c = 7,91 \beta = 107,42^{\circ}$	4

TABLEAU I Caractéristiques thermiques et cristallographiques des phases binaires du système TI-Te

Note. fc indique fusion congruente; dp indique décomposition péritectique.

L'indexation des diffractogrammes de poudre des différents composés est donnée dans les tableaux II, III et IV.

2. Affinement des structures de TITe et Tl₅Te₃

Les structures de TlTe et Tl_5Te_3 ont été affinées à partir des données de diffraction X sur monocristal.

Les monocristaux ont été obtenus par refroidissement lent (1°C/hr) des mélanges stoechiométriques depuis une température supérieure de 50°C à leurs températures de fusion (350°C pour TITe et 500°C pour Tl₅Te₃) jusqu'à la température de 200°C où ils subissent un recuit d'une semaine.

TABLEAU II

DISTANCES RÉTICULAIRES OBSERVÉES (d_{obs}) , CALCU-LÉES (d_{cal}) , INTENSITÉS RELATIVES (I/I_0) DES DIFFÉR-ENTS PLANS DE DIFFRACTION DU DIAGRAMME DE POU-DRE RELATIF À Tl₂Te₃

h k l	d _{obs} (Å)	d _{cal} (Å)	<i>I/I</i> 0
202	3,78	3,78	30
002	3,78	3,77	
020	3,28	3,27	10
400	3,176	3,172	9
312	2,9895	2,9873	24
112	2,9895	2,9849	54
411	2,9471	2,9446	44
202	2,8861	2,8864	58
121	2,8499	2,8482	100
321	2,5991	2,5992	8
$\overline{2}$ 1 3	2,4353	2,4339	25
·			

TABLEAU III

DISTANCES RÉTICULAIRES OBSERVÉES (d_{obs}) , CALCU-LÉES (d_{cal}) , INTENSITÉS RELATIVES (I/I_0) DES DIFFÉR-ENTS PLANS DE DIFFRACTION DU DIAGRAMME DE POU-DRE RELATIF À TITE

hkl	d _{obs} (Å)	$d_{\rm cal}$ (Å)	<i>I/I</i> 0
211	4,20	4,22	8
400	3,23	3,24	15
321	3,10	3,11	62
002	3,084	3,091	43
330	3,049	3,055	12
112	2,9226	2,9285	10
420	2,8937	2,8981	89
411	2,7977	2,8081	100
202	2,7977	2,7895	100
222	2,5577	2,5622	9
312	2,4641	2,4676	10
431	2,3841	2,3904	<5
521	2,2389	2,2427	21
332	2,1692	2,1726	14
600	2,1573	2,1601	<5
422	2,1103	2,1140	11
620	2,0459	2,0493	<5
631	1,8414	1,8441	8
550	1.8309	1,8329	
710	1,8309	1,8329	19
413	1,7209	1,7232	12
552	1,5747	1,5765	
712	1,5747	1,5765	21
820	1,5709	1,5717	18
811	1,5545	1,5558	5
-	,	-,	-

Toutes les mesures d'intensité ont été effectuées à l'aide d'un diffractomètre automatique à quatre cercles Nonius CAD4 en utilisant la radiation K α du molybdène rendue monochromatique par une lame de graphite. La stabilité des mesures d'intensité et de l'orientation du cristal dans le temps a été périodiquement contrôlée à l'aide de réflexions standards distribuées dans tout l'espace réciproque. Pour minimiser les erreurs dues à l'absorption, l'enregistrement des intensités a été effectué au minimum d'absorption en tenant compte de la morphologie des monocristaux utilisés.

Les données ainsi enregistrées ont été

corrigées des facteurs de Lorentz-polarisation et des erreurs dues à l'absorption, à l'aide du programme de calcul DATAPH (14) qui tient compte de la morphologie et des dimensions du cristal utilisé. Les facteurs de diffusion atomiques que nous avons utilisés sont ceux donnés par "International Tables for X-Ray Crystallography" (15).

Les conditions expérimentales d'enregistrement des intensités de diffraction et les résultats des affinements relatifs à TITe et Tl_5Te_3 sont rassemblés dans le tableau V.

TABLEAU IV

Distances réticulaires observées (d_{obs}) , calculées (d_{cal}) , intensités relatives (I/I_0) des différents plans de diffraction du diagramme de poudre relatif à Tl₅Tc₃

hkl	d _{obs} (Å)	$d_{\rm cal}$ (Å)	<i>I</i> / <i>I</i> ₀
211	3,80	3,80	
103	3,80	3,80	
220	3,15	3,15	~5
004	3,15	3,15	
301	2,891	2,893	100
213	2,891	2,893	100
310	2,8189	2,8198	
222	2,8189	2,8198	72
114	2,8189	2,8199	
312	2,5732	2,5742	(
204	2,5732	2,5744	0
400	2,2285	2,2292	10
224	2,2285	2,2295	10
411	2,1303	2,1316	-5
323	2,1303	2,1317	< 5
330	2,1019	2,1017	
402	2,1019	2,1018	8
314	2,1019	2,1019	
413	1,9231	1,9232	12
305	1,9231	1,9233	12
404	1,8202	1,8203	<5
512	1,6852	1,6852	
424	1,6852	1,6852	10
316	1,6852	1,6852	
521	1,6415	1,6418	
433	1,6415	1,6418	<5
503	1,6415	1,6418	

ABBA TOURE ET AL.

TA	BL	ÆA	۱U	V

Mesures d'intensités	TITe	Tl_5Te_3
Morphologie du cristal	Bâtonnet	Bâtonnet
Balayage	$\omega - 4/3\theta$	$\omega - \theta$
Largueur de balayage (°)	$1,20 + tg \theta$	$1,20 + tg \theta$
Vitese de balayage	Variable avec l'intensité	Variable avec l'intensité
Mode	"bisect"	"bisect"
Domaine angulaire $(2\theta^{\circ})$	4–60	4-60
Nombre de réflexions mesurées	437	455
Stabilité des intensités des réflexions standards (%)	±4	±4
Résultats des affinements		
Nombre de réflexions utilisées avec $\sigma(l)/(l) \le 0.30$	198	175
Affinement isotrope		
Nombre de variables	8	12
R	0,076	0,070
Affinement anisotrope		
Nombre de variables	15	22
R	0,059	0,054

Conditions expérimentales d'enregistrement des intensités de diffraction et résultats des affinements relatifs à TITe et Tl_sTe_1

(2.a) TlTe

La structure de TITe a été affinée dans le groupe d'espace I4/mcm en utilisant comme données de base les positions atomiques données par Weiss *et al.* (12). En fin d'affinement, la valeur de R converge vers 0,059

TABLEAU VI

Paramètres finals pour TITe (écarts-types entre parenthèses)

Atomes:	TI	Te(1)	Te(2)	Te(3)
Positions:	16k	8h	4 <i>d</i>	4a
x/a:	0,7704(1)	0,1655(3)	0,5	0
y/b:	0,0796(1)	0,3345(3)	0	0
z/c:	0,5	0	0	0,25
$B = \left 8\pi^2 \left< U^2 \right> \right $	2,32(7)	1,7(1)	1,2(1)	1,5(1)
(Å ²):				
U ₁₁ :	237(17)	161(17)	85(20)	178(20)
U ₂₂ :	237(17)	161(17)	85(20)	178(20)
U33:	347(19)	173(19)	173(19)	231(19)
U ₁₂ :	153(17)	119(17)	119(17)	0
U_{13} :	0	0	0	0
U_{21} :	0	0	0	0

Note. Les facteurs de température anisotropes sont de la forme: $\exp\{-2\pi^2(h^2a^{*2}U_{11} + k^2b^{*2}U_{22} + l^2c^{*2}U_{33} + hka^*b^*U_{12} + hla^*c^*U_{13}$ $+ klb^*c^*U_{23})\}$ Les coefficients U_{ii} sont $\times 10^4$. pour les 198 réflexions utilisées (tableau V). Les paramètres atomiques finals et les facteurs de température correspondants sont consignés dans le tableau VI.

$(2.b) Tl_5Te_3$

Au cours de l'étude cristallographique préliminaire, les conditions d'existence relevées pour hkl (h + k + l = 2n) compatibles avec les seuls groupes d'espaces possibles I4/m, I4, $I\overline{4}$, I422, I4mm, $I\overline{4}m2$, $I\overline{4}2m$ et I4mmm ont permis d'éliminer le groupe d'espace I4/mcm proposé antérieurement (9).

Afin de choisir entre les divers groupes d'espaces possibles, nous avons analysé la distribution statistique des modules des facteurs de structures normalisés (16). Les tests statistiques reportés dans le tableau VII permettent d'éliminer tous les groupes d'espaces noncentrosymétriques et notamment le groupe $I\overline{4}$ proposé par Man *et al.* (13).

TABLEAU VII

TESTS STATISTIQUES SUR LES VALEURS DES FAC-TEURS DE STRUCTURE NORMALISÉS E POUR TI-Te1

		Valeurs calculées		
	Valeurs observées	Groupe centrosymétrique	Groupe noncentrosymétrique	
$\langle E \rangle$	0,719	0,798	0,886	
$\langle E^2 \rangle$	1,000	1,000	1,000	
$\langle E^3 \rangle$	1,889	1,596	1,329	
$\langle E^4 \rangle$	4,297	3,000	2,000	
$\langle E^5 \rangle$	10,954	6,383	3,323	
$\langle E^6 \rangle$	30,082	15,000	6,000	
$\langle E^2 - 1 \rangle$	1,134	0,968	0.736	
$\langle (E^2 - 1)^2 \rangle$	3,297	2.000	1.000	
$\langle (E^2 - 1)^3 \rangle$	19,192	8,000	2.000	
$\langle (E^2-1)^3 \rangle$	20,062	8,691	2,415	

Parmi les deux groupes d'espace possibles I4/m et I4/mmm, seul le groupe I4/ *m* permet la répartition relative des atomes proposée antérieurement. L'affinement a donc été conduit dans le groupe d'espace centrosymétrique I4/m et la répartition des atomes Tl et Te dans les différents sites occupés a été réalisée de sorte que les facteurs de température aient des valeurs homogènes. En fin d'affinement, la valeur de Rconverge vers 0.054 et une synthèse différence de Fourier tridimensionnelle ne laisse apparaître que des résidus faibles, correspondants à 2,6 $e/Å^3$, au voisinage des atomes de thallium. Les paramètres atomiques finals sont rassemblés dans le tableau VIII avec les facteurs de température correspondants.

On remarque que la répartition des atomes correspond à celle proposée par Man et al. (13) avec réduction des deux sites 8g [0,324 0,143 0,170 et 0,153 0,364 0,334] du groupe d'espace $I\overline{4}$ en un seul site 16*i* [0,3257 0,1475 0,1590] dans le groupe d'espace I4/m.

3. Description et discussion des structures de TITe et Tl₅Te₃

(3.a) TlTe

Les distances intératomiques caractéristiques sont reportées dans le tableau IX.

En ne retenant pour les distances Te-Te que les valeurs inférieures ou égales à 3,085 Å, il est possible de décrire la structure de TITe à partir d'enchaînements Te-Te. Ainsi, les atomes Te(3) forment des chaînes infinies $[Te(3)]_n$, linéaires, parallèles à l'axe c et se projetant sur le plan (a, b) aux sommets et au centre de la maille (fig. 1a). Les distances Te(3)-Te(3) le long de ces chaînes

PARAMETRES FINALS POUR 115163 (ECARTS-TYPES ENTRE PARENTHESES)					
Atomes:	Tl(1)	Tl(2)	Tl(3)	Te(1)	Te(2)
Positions:	16 <i>i</i>	2 <i>b</i>	2a	4 <i>e</i>	8h
x/a:	0,3527(3)	0	0	0	0,3410(6)
y/b:	0,1475(3)	0	0	0	0,1596(5)
z/c:	0,1590	0,50	0	0,2493(7)	0,50
$B = \left 8\pi^2 \left< U^2 \right> \right $	2,51(6)	2,0(1)	2,0(1)	1,7(1)	1,6(1)
(Å ²):					
U ₁₁ :	318(12)	241(40)	241(40)	161(40)	165(28)
U_{22} :	314(16)	241(40)	241(40)	161(40)	145(28)
U_{11}^{-} :	338(16)	265(32)	273(32)	290(32)	282(34)
U_{12} :	129(24)	0	0	0	64(48)
U_{13} :	34(23)	0	0	0	0
U ₂₃ :	57(23)	0	0	0	0

TABLEAU VIII

TTI TT. (4

Note. $U_{ii} \times 10^4$.



FIG. 1. (a) Chaînes $[Te(3)]_n$ dans la structure de TITe. (b) Chaînes $[Te(2)]_n$ dans la structure de TITe. (c) Fragments de chaînes Te(1)-Te(2)-Te(1) dans la structure de TITe.

TABLEAU IX Distances interatomiques (Å) de la structure de TITe (écarts-types entre parenthèses)

Te(1)-Te(2)	3,026(5)		
Te(1)-Tl	3,398(5) × 2		
Te(1)–Tl	3,449(5) × 2	Tl-Te(1)	3,398(5)
Te(1)-Tl	$3,550(5) \times 4$	T1Te(1)	3,449(5)
		TlTl	3,494(4)
Te(2)-Te(1)	$3,026(5) \times 2$	Tl-Te(3)	3,497(3) × 2
Te(2)-Te(2)	$3,085(5) \times 2$	Tl-Te(1)	$3,550(5) \times 2$
Te(2)-Tl	$3,648(3) \times 4$	Tl-Te(2)	3,648(3)
		TI-TI	$3,709(4) \times 2$
Te(3)-Te(3)	$3,085(5) \times 2$		
Te(3)Tl	$3,497(3) \times 8$		

TABLEAU X

Distances interatomiques (Å) de la structure de Tl_5Te_3 (écarts-types entre parenthèses)

Tl(1)-Te(2)	3,155(5)	Tl(2)-Te(1)	3,158(9) × 2
Tl(1)-Te(2)	3,389(5)	Tl(2)-Te(2)	$3,356(5) \times 4$
Tl(1)-Te(2)	3,392(5)		
TI(1)-TI(1)	3,458(5)	Tl(3)-Te(1)	$3,142(9) \times 2$
Tl(1)-Tl(1)	$3,488(4) \times 2$	Tl(3)-Te(2)	$3,349(5) \times 4$
Tl(1) - Te(1)	3,593(4)		
Tl(1)-Te(1)	3,596(4)		
Te(1)-Tl(3)	3,142(9)	Te(2) - Tl(1)	$3,155(5) \times 2$
Te(1)-Tl(2)	3,158(9)	Te(2)-Tl(3)	3,349(5)
Te(1)-Tl(1)	$3,593(4) \times 4$	Te(2)-Tl(2)	3,356(5)
Te(1)-Tl(1)	$3,596(4) \times 4$	Te(2)-Tl(1)	$3,389(5) \times 2$
		Te(2)-Tl(1)	$3,392(4) \times 2$



FIG. 2. Enchaînement d'octaèdres de tellure dans la structure de Tl_5Te_3 . (\Box) Base de l'octraèdre de Te autour de Tl (2); (\boxtimes) base de l'octraèdre de Te autour de Tl(3).

ont pour valeur la moitié du paramètre c, soit 3,085 Å.

Les atomes de Te(2) forment des chaînes équivalentes également linéaires et parallèles à l'axe c avec des distances Te(2)-Te(2) de 3,085 Å. Ces chaînes [Te(2)], se projettent sur le plan (a, b) aux milieux des arêtes (fig. 1b). Perpendiculairement à ces chaînes [Te(2)]_n et alternativement tournées de 90°, des fractions linéaires Te(1)-Te(2)-Te(1) se développent avec des



FIG. 3. Environnements de Tl(1) dans la structure de Tl_5Te_3 .

longueurs de liaison Te(2)-Te(1) encore plus courtes: 3,026 Å (fig. 1c).

Les chaînes infinies [Te(3)], et $[Te(2)]_n$ sont reliées par l'intermédiaire des polyèdres de coordination des atomes de thallium qui contribuent à assurer la cohésion de la structure.

$(3.b) Tl_5Te_3$

Les distances intératomiques caractéristiques sont rassemblées dans le tableau X.

Les environnements des atomes Tl(2) et Tl(3) peuvent être décrits de façon identique: ils sont constitués par six atomes de tellure qui forment un octaèdre légèrement déformé.

La structure peut être considérée comme un enchaînement d'octaèdres disposés en couches perpendiculaires à l'axe c, le passage d'une couche à l'autre étant obtenue par rotation de 45° (fig. 2). Dans une couche, un octaèdre d'un type donné partage quatre sommets avec quatre octaèdres de l'autre type, les deux autres sommets servant à relier les couches entre elles.

La charpente ainsi constituée (fig. 2) délimite dans le réseau des tunnels à l'intérieur desquels se placent les atomes de Tl(1). Ces derniers présentent alors un environnement plus complexe constitué par cinq atomes de tellure situés à des distances comprises entre 3,155 et 3,596 Å et trois atomes de thallium à des distances comprises entre 3,458 et 3,488 Å (tableau X et figure 3).

Les environnements des atomes de tellure sont représentés sur la figure 4. Pour Te(1), il est constitué par 10 atomes de thallium situés à des distances comprises entre 3,142 et 3,596 Å (fig. 4a). Pour Te(2), il est constitué par 8 atomes de thallium situés à des distances comprises entre 3,155 et 3,389 Å (fig. 4b).

4. Conclusions

Dans la structure de TITe l'existence de liaisons Te-Te de longueurs légèrement su-



FIG. 4. Environnements des atomes de tellure dans la structure de Tl_5Te_3 .

périeures à celles rencontrées de 2,835 Å dans la structure du tellure élément (17) permet d'expliquer la présence exclusive du thallium au degré d'oxydation I. En effet dans chaque maille il existe deux chaînes $[Te(3)]_2^{2^-}$ et deux "barreaux d'échelle" $[Te(1)-Te(2)-Te(1)]_2^{6^-}$ qui conduisent à un total de 16 charges négatives. L'équilibre est alors réalisé par les 16 thallium + I présents dans la structure. Leurs environnements, caractéristiques des éléments à paire électronique non liée confirme cette hypothèse.

Dans le cas de Tl_5Te_3 l'absence de liaisons Te-Te implique la présence des deux degrés d'oxydation + I et + III pour le thallium et conduit à écrire la formule développée $Tl_9^{I}Tl_7Te_6$. Les 16 Tl(1) correspondant alors au degré d'oxydation I du Tl avec des environnements caractéristiques (fig. 3) d'éléments à paire électronique non liée. Dans les deux sites octaédriques on doit alors envisager la présence simultanée de deux atomes de thallium au degré + I et deux au degré + III. Cette hypothèse est actuellement en cours de vérification d'un point de vue chimique par l'étude de substitutions Tl^{III}, Sb^{III} ou Tl^{III}, Bi^{III}.

References

- 1. M. HANSEN, "Constitution of Binary Alloys," 2nd ed., McGraw-Hill, New York (1958).
- 2. M. CHIKASHIGE, Z. Anorg. Allg. Chem. 78, 68 (1912).
- H. HAHN ET W. KLINGLER, Z. Anorg. Allg. Chem. 260, 110 (1949).
- A. RABENAU, A. STEGHERR, ET P. ECKERLIN, Z. Metallkde. 51, 295 (1960).
- 5. T. S. KKABRE, Thèse de Doctorat ès Science, No. CNRS A O 10 112, Université Paris VI (1974).
- 6. R. CASTANET, C. BERGMAN, M. L. MICHEL, ET H. V. KEHIAIAN, Z. Metallkde. 68, 342 (1977).
- M. M. ASADOV, M. B. BABANLY, ET A. A. KULIEV, Neorg. Mater. 13(8), 1407 (1977).
- 8. R. CHAMI, Thèse de Spécialité, USTL Montpellier (1983).
- M. B. BABANLY, A. A. GOTUK, ET A. A. KULIEV, Izv. Akad. Nauk SSSR Neorg. Mater. 15, 1292 (1979).
- S. BHAN ET K. SCHUBERT, J. Less-Common Met. 20, 229 (1970).
- 11. K. BURKHARDT ET K. SCHUBERT, J. Less-Common Met. 18, 426 (1969).
- J. WEIS, H. SCHAFER, B. EISENMANN, ET G. SCHON, Z. Naturforsch. B Anorg. Chem. Org. Chem. 29, 585 (1974).
- L. I. MAN, R. M. IMAMOV, ET Z. G. PINSKER, Sov. Phys. Crystallogr. Engl. Transl. 16(1), 94 (1971).
- P. COPPENS ET W. C. HAMILTON, Brookhaven National Laboratory, Upton, New York 11973 (1968).
- 15. "International Tables for X-Ray Crystallography," Vol. I, Kynoch Press, Birmingham, England (1965).
- J. KARLE ET I. L. KARLE, Acta Crystallogr. 21, 849 (1966).
- 17. P. CHERIN ET P. UNGER, Acta Crystallogr. 23, 670 (1967).