# Struktur und Bindung in Übergangsmetall-Fluoriden M<sup>III</sup>Me<sup>IV</sup>F<sub>6</sub>

Neutronenbeugungs-Strukturuntersuchungen an CaSnF<sub>6</sub>, FeZrF<sub>6</sub>, und CrZrF<sub>6</sub>

H. W. MAYER UND D. REINEN

Fachbereich Chemie der Universität, D-3550 Marburg, Hans-Meerwein-Strasse, die Bundesrepublik

und G. HEGER

Kernforschungszentrum Karlsruhe, Institut für Nukleare Festkörperphysik, D-7500 Karlsruhe 1, Postfach 3640, die Bundesrepublik

Received March 1, 1983; in revised form July 15, 1983.

Compounds  $M^{II}Me^{IV}F_6$  frequently undergo phase transitions from the cubic ordered ReO<sub>3</sub> to the trigonal LiSbF<sub>6</sub> structure when lowering the temperature. In case of a strongly Jahn-Teller unstable cation in the  $M^{II}$  position additional phases may occur. Results of powder neutron-diffraction studies on CaSnF<sub>6</sub>, FeZrF<sub>6</sub>, and CrZrF<sub>6</sub> at different temperatures are reported. The high-temperature phases have the space group Fm3m; the F<sup>-</sup> ligands are either statistically displaced from the  $M^{II}$ -Me<sup>IV</sup> directions or undergo a strong thermal motion perpendicular to these directions ( $\ll M^{II}$ -F-Me<sup>IV</sup>: 165-180°). The thermal ellipsoids of the Cr-F bonds are strongly indicative of a dynamical Jahn-Teller effect in addition. In the low-temperature phases of CaSnF<sub>6</sub> and FeZrF<sub>6</sub> (space group  $R\overline{3}$ ) the  $\ll M^{II}$ -F-Me<sup>IV</sup> is more distinctly bent ( $\approx 155-160^\circ$ ). CrZrF<sub>6</sub> undergoes two reversible phase transitions, which are determined to occur at 415 ± 5 K (cubic  $\rightarrow$  tetragonal, dynamic to static Jahn-Teller distortion of CrF<sub>6</sub> octahedra and 150 ± 10 K (tetragonal  $\rightarrow$  (pseudo)monoclinic).

# Einleitung

In einigen vorausgehenden Arbeiten ist über strukturelle und spektroskopische Untersuchungen an  $M^{II}Me^{IV}F_6$ -Verbindungen mit LiSbF<sub>6</sub>- bzw. mit geordneter ReO<sub>3</sub>-Struktur berichtet worden, wobei Phasenübergänge zwischen den alternativen Kristallgittern von besonderem Interesse waren (1-4). Im Falle von stark Jahn-Teller instabilen Kationen auf den  $M^{II}$ -Plätzen (Cr<sup>2+</sup>, Cu<sup>2+</sup>) treten zusätzlich Varianten der beiden genannten Strukturtypen auf (1, 2, 5, 6). Im folgenden soll über die Ergebnisse von Neutronenbeugungsuntersuchungen an den ausgewählten Beispielen  $CaSnF_6$ , FeZrF<sub>6</sub> sowie  $CrZrF_6$  und bei verschiedenen Temperaturen berichtet werden. Da von dieser Verbindungsgruppe Einkristalle hinreichender Qualität nicht verfügbar waren, wurden die Strukturen aufgrund von Pulvermessungen bestimmt.

Alle auftretenden Strukturen können als dreidimensional eckenverknüpfte Oktaedergerüste beschrieben werden, wobei sich in den Oktaederzentren alternierend jeweils  $M^{2+}$ - bzw.  $Me^{4+}$ -Ionen befinden. Die Hochtemperaturmodifikation ist kubisch, und zwar vom geordneten  $ReO_3$ -Typ, während der trigonale  $LiSbF_6$ -Typ mit

kleinerem Elementarzellenvolumen bei tieferen Temperaturen begünstigt ist. Cr<sup>2+</sup>und Cu<sup>2+</sup>-Verbindungen dieses Typs können in den gleichen Strukturen kristallisieren, doch frieren die dynamisch  $M^{11}F_6$ -Oktaeder verzerrten bei tiefen Temperaturen statisch ein und man erhält als Folge kooperativer Jahn-Teller-Effekte niedrigersymmetrische Varianten der beiden Gitter. Da die ReO<sub>3</sub>-Elementarzelle große Hohlräume besitzt, ist mit einer Verschiebung der F<sup>-</sup>-Ionen von den Ideallagen zu rechnen; die dadurch verursachte gegenseitige Verkantung der Oktaeder führt zu besserer Raumerfüllung. Anormal hohe Wärmeausdehnungskoeffizienten (5) deuten auf die Signifikanz eines solchen Effekts hin. Neutronenbeugungsmessungen sollten geeignet sein, die F<sup>-</sup>-Lagen mit genügender Genauigkeit festzulegen. Dabei werden im Falle von M<sup>II</sup>-Ionen mit bahnentarteten Grundzuständen dynamische Jahn-Teller-Effekte in den Hochtemperaturphasen diskutiert. Da die anisotropen Temperaturfaktoren deutlich signifikant sind, ist eine qualitative Modellbetrachtung sinnvoll.



ABB. 1. Prinzipskizze des Pulverdiffraktometers P14.

# Meßverfahren

Die Neutronenbeugungsmessungen wurden mit dem Pulverdiffraktometer P14 am FR2. Kernforschungszentrum Karlsruhe, durchgeführt (Abb. 1). Dabei bestrahlt man die polykristalline Probe mit thermischen Neutronen (Cu-(220)-Monochromator,  $2\Theta_M$  $\simeq 48^{\circ}$ ,  $\lambda \simeq 1.03$  Å). Die an der Probe gestreuten Neutronen werden in 14 He3-Zählrohren nachgewiesen, die auf einem Horizontalkreis angeordnet sind. Sie sind um einen festen Winkelabstand von 3.5° gegenseitig versetzt angeordnet und gemeinsam um die Probe drehbar. Während eines Meßschrittes wird die gestreute Intensität in 14 Winkelpositionen gleichzeitig gemessen; für jeden folgenden Meßschritt wird die Zählrohrbank um üblicherweise 0.05° verschoben. Wenn die einzelnen Bereiche nach einer Zählrohrbewegung von insgesamt 3.5° überlappen, ist also ein Segment von 45.5° ausgemessen. Mit drei Messungen von jeweils 3.5° wird somit der gesamte Winkelbereich von 0° bis 120° mit gleicher statistischer Genauigkeit erfaßt, wobei die Meßzeit entsprechend um den Faktor 14 reduziert ist. Die Zählzeiten für die einzelnen Meßschritte werden von einer im monochromatischen Primärstrahl befindlichen Spaltkammer (Monitor) gesteuert; dabei werden die Einzelmessungen an den Neutronenfluß angepaßt und von Schwankungen der Reaktorleistung unabhängig. Einen ähnlichen Diffraktometeraufbau beschreibt A. W. Hewat (7). Die Kenndaten der Zählereinheit werden regelmäßig getestet, indem der gesamte Winkelbereich von 120° mit einer Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>- Standardprobe ausgemessen wird (die Einzelbereiche der Zählrohre überlappen maximal). Hierbei werden die Nachweisempfindlichkeit der einzelnen Zählrohre, der Nullpunkt der Zähleinheit, die Winkelinkremente zwischen den ein-Zählrohren sowie zelnen die Neutronenwellenlänge überprüft. Mit Hilfe so

gewonnener Korrekturgrößen werden aus den üblichen Abschnittsmessungen integrale Intensitätsprofile erstellt, die auswertbar sind. Einige der Messungen wurden noch mit dem älteren Versuchsaufbau von 4 BF<sub>3</sub>-Zählrohren in je 15° Winkelabstand durchgeführt.

Als Probenbehälter dienten Vanadiumzylinder von 50 mm Höhe, 7 mm Durchmesser und 0.1 mm Wandstärke. Das Probenmaterial wurde unter Argon eingebracht und mit Indium-Dichtungen gasdicht verschlossen. Für die Messungen bei verschiedenen Temperaturen standen ein Ofen (bis 470 K) und ein Badkryostat (77.4 K, 4.2 K) zur Verfügang.

Die numerische Auswertung wurde mit dem Pernod-Programm (8) durchgeführt. Bei dieser Profilauswertung können überlappende Reflexe berücksichtigt werden, soweit der Untergrund bestimmbar bleibt. Die nach höheren Beugungswinkeln hin dichter liegenden Reflexe und die winkelabhängige Linienbreite erlauben eine Auswertung bis (sin  $\Theta/\lambda)_{max} \approx 0.7$ .

Beiträge von  $\lambda/2$ -Reflexen wurden wegen ihrer geringen Intensität (<0.4%) vernachlässigt. Als Kriterium für die Verfeinerungen nach der Methode der kleinsten Quadrate wurde der *R*-Wert der quadrierten Strukturamplituden gewählt, der über alle Reflexe summiert wird:

$$R = \frac{\sum_{hkl} w(F_{hkl}^{obs\,2} - F_{hkl}^{obs\,2})^2}{\sum_{kkl} w(F_{hkl}^{obs\,2})^2}$$

Die Übereinstimmung des berechneten Intensitätsprofils mit der Messung wird durch den sogenannten  $R_p$ -Wert angegeben, wobei über alle gemessenen Winkelpositionen summiert wird:

$$R_{\rm p} = \frac{\sum_{2\Theta} |I_{2\Theta}^{\rm obs} - I_{2\Theta}^{\rm calc}|}{\sum_{2\Theta} I_{2\Theta}^{\rm obs}} \cdot$$

# Ergebnisse

 $CaSnF_{6}$  kristallisiert bei 293 K im geordneten ReO<sub>3</sub>-Typ. Ein Phasenübergang bei 178 K führt in die LiSbF<sub>6</sub>-Struktur (2). Pulverdiffraktogramme (vergl. Abb. 2) wurden bei 293, 77.4 und 4.2 K aufgenommen. Wie weiter unten begründet wird, ist für die Beschreibung der Hochtemperaturphase die Raumgruppe Fm3m am geeignetsten. Rechnungen wurden mit F<sup>-</sup> auf der Lage 24e(x, 0, 0) und alternativ mit einer statistischen Besetzung der Lage 96j (x, y, 0) durch F<sup>-</sup> durchgeführt. In beiden Fällen wurden isotrope und anisotrope Temperaturfaktoren miteinander verglichen (Tab. I). Ein Versuch mit F<sup>-</sup> auf der allgemeinen Lage x, y, z ergab für z keine signifikante Abweichung von 0. Die Komponenten der Schwingungsellipsoide von F<sup>-</sup> in der Lage x, 0, 0 sind senkrecht zur Bindungsrichtung anomal stark vergrößert, während sie für x. y, 0 normale Werte besitzen. Die Verbesserung des R-Werts von 3.5 auf 2.5%, die für die anisotrope Verfeinerung mit  $F^-$  in x, y, 0 im Vergleich mit x, 0, 0 erzielt wurde, halten wir trotz der erhöhten Parameterzahl für signifikant. Beide Befunde sprechen für einen Strukturvorschlag mit F-Ionen in einer von der Ca<sup>2+</sup>-Sn<sup>4+</sup>-Verbindungsgeraden abweichenden Lage. Der senkrechte Abstand der F<sup>-</sup>-Ionen, die jeweils eine der vier Splitpositionen 96*j* statistisch besetzen, von dieser Verbindungsgeraden beträgt 0.26 Å, der Ca-F-Sn-Bindungswinkel 166° (Tab. III). Die Abstände Ca-F und Sn-F sind um 1% kleiner als die entsprechenden Ionenradien-Summen nach Shannon und Prewitt (9)  $[r(Ca^{2+}) = 1.00 \text{ Å};$  $r(\mathrm{Sn}^{4+}) = 0.69 \text{ Å}; r(\mathrm{F}^{-}) = 1.28 \text{ Å}].$ 

Die Tieftemperaturphase—Auswertung der Messungen bei 77.4 und 4.2 K—ließ sich in der Raumgruppe  $R\overline{3}$  verfeinern (Tab. II, Abb. 2). Die F<sup>-</sup>-Ionen besetzen eine ungesplittete Lage, die von der Verbindungslinie der Metallatome deutlicher abweicht als in der Hochtemperaturmodifi-







#### TABELLE I

Strukturdaten der Hochtemperaturphasen, Raumgruppe  $Fm_3m-O_{b}^{5}$ , [x, y, z in Fraktionellen Koordinaten, B,  $B_{ij}$  in Å<sup>2</sup>; die Bezeichnung (a + b) Parameter besagt, daß a Lageparameter und b Temperaturfaktoren verfeinert wurden; pp Besetzungswahrscheinlichkeit]

$(Ia) Sub (Ia) = 8.241(1) Å V = 580.2 Å^{3}$	stanz: Cas	SnF <sub>6</sub> , Auswe	rtung bis $2\theta$	<sub>max</sub> = 9	6.5°			
I = 293 K, $a = 0.341(1)$ A, $V = 300.2$ A		x	у	z	$B_{11}(B)$	<i>B</i> <sub>22</sub>	B <sub>33</sub>	<i>B</i> <sub>12</sub>
Aufstellung x.0.0.7 mir	4Ca(a)	0.0	0.0	0.0	1.1(1)			
	4Sn(b)	0.0	0.0	0.5	0.53(6)			
	24F(e)	0.268(1)	0.0	0.0	0.68(8)	4.06(8)	4.06	
$(1 + 4)$ Parameter, $R = 0.034$ , $R_{2} = 0.179$					.,			
Aufstellung x.v.0.T.	4Ca(a)	0.0	0.0	0.0	0.9(1)			
	4Sn(b)	0.0	0.0	0.5	0.33(7)			
(pp = 0.25)	96F()	0.268(1)	0.031(1)	0.0	0.84(9)			
$(2 + 3)$ Parameter, $R = 0.035$ , $R_n = 0.178$	· 0,							
Aufstellung $x.y.0.T_{min}$	4Ca(a)	0.0	0.0	0.0	1.06(8)			
	4Sn(b)	0.0	0.0	0.5	0.53(6)			
(nn = 0.25)	96F()	0.269(1)	0.031(1)	0.0	0.64(6)	2.2(3)	0.6(2)	0.7(1)
$(2 \pm 6)$ Parameter, $R = 0.025$ , $R_{-} = 0.178$	, or 0)	01207(17				(-)		
		7.5. 4						
T = 293 K, $a = 8.081(1)$ Å, $V = 527.8$ Å <sup>3</sup>	ostanz: Fe	LrF <sub>6</sub> , Auswe	rtung dis 20	max = 8	9.3			
		x	у	z	$B_{11}(B)$	<b>B</b> <sub>22</sub>	B <sub>33</sub>	<b>B</b> <sub>12</sub>
Aufstellung r $0.0.7$	$4 \operatorname{Fe}(a)$	0.0	0.0	0.0	0.5(1)			
ruistonung 2,0,0,1 anis	47r(h)	0.0	0.0	0.5	0.8(2)			
	24F(e)	0.253(1)	0.0	0.0	0.5(1)	3.4(1)	3.4	
$(1 + 4)$ Parameter $R = 0.027$ $R_{1} = 0.090$	212 (0)	0.200(1)	0.0	0.0	0.12(1)	57.(1)	577	
Aufstellung r v $0.7$	$4 \operatorname{Fe}(a)$	0.0	0.0	0.0	0.4(1)			
Autsteilung x,y,o,r <sub>15</sub>	47 c(u)	0.0	0.0	0.5	0.8(2)			
(nn = 0.25)	96E()	0.252(1)	0.029(1)	0.5	0.74(8)			
(2 + 3) Parameter $R = 0.029$ $R = 0.092$	201 ()/	0.252(1)	0.022	0.0	0.77(0)			
Aufstellung $x y \in T$	$4 \operatorname{Fe}(a)$	0.0	0.0	0.0	0.5(3)			
Autstending x, y, 0, 1 anis	47 c(a)	0.0	0.0	0.5	0.8(5)			
(nn = 0.25)	96F(i)	0.253(1)	0.021(1)	0.0	0.5(1)	3.0(1)	1.3(5)	0.3(8)
$(2 \pm 6)$ Parameter $P = 0.025$ $P = 0.090$	<b>JUL</b> ()	0.255(1)	0.021(1)	0.0	0.5(1)	5.0(1)	1.5(5)	0.5(0)
$(2 + 0)$ f af afficient, $K = 0.025$ , $K_p = 0.050$								
	ostanz: Cra	ZrF <sub>6</sub> , Auswe	rtung bis $2\theta_i$	max = 89	9.3°			
$I = 408 \text{ A}, a = 8.124(1) \text{ A}, v \approx 536.1 \text{ A}^3$		r	ν	7	$R_{i}(R)$	Rea	<b>R</b> .,	R.,
							<i>D</i> 33	<b>D</b> 12
Aufstellung $x, 0, 0, T_{anis}$	4Cr(a)	0.0	0.0	0.0	1.6(3)			
	4Zr(b)	0.0	0.0	0.5	1.4(1)			
	24F(e)	0.255(1)	0.0	0.0	2.2(1)	6.6(1)	6.6	
$(1 + 4)$ Parameter, $R = 0.031$ , $R_p = 0.131$								
Aufstellung $x, y, 0, T_{is}$	4Cr(a)	0.0	0.0	0.0	-1.5(3)			
	4Zr(b)	0.0	0.0	0.5	1.2(1)			
(pp = 0.25)	96F(j)	0.255(1)	0.034(1)	0.0	2.7(1)			
$(2 + 3)$ Parameter, $R = 0.037$ , $R_n = 0.137$	•							
Aufstellung $x, y, 0, T_{anis}$	4Cr(a)	0.0	0.0	0.0	1.9(8)			
	4Zr(b)	0.0	0.0	0.5	1.3(5)			
(pp = 0.25)	96F()	0.256(1)	0.016(2)	0.0	2.3(2)	5.0(2)	5.0(2)	2.0(1)
$(2 + 6)$ Parameter, $R = 0.031$ , $R_p = 0.134$	2,	,	,					(-)

kation (Tab. III). Während dort das Abknicken der Ca-F-Sn-Bindung statistisch erfolgte, geschieht es hier in geordneter Weise und führt zu einer Symmetrie-Erniedrigung der Elementarzelle (Abb. 3).

Auch von der Verbindung  $FeZrF_6$  wurden Pulvermessungen bei 293, 77.4 und 4.2

K durchgeführt. Die Daten der Hochtemperaturphase bei 293 K wurden versuchsweise in den Raumgruppen F23, Pn3, Fm3, F43m, und Fm3m verfeinert. Dabei wurde stets ein akzeptabler R-Wert erreicht. Die Raumgruppe Pn3 wurde getestet, weil sie als einzige eine ungesplittete

## TABELLE II

# Strukturdaten der Tieftemperaturphasen, Raumgruppe $R\overline{3}-C_{3i}^2$ [ $V_{norm}$ ist das auf die kubische HT-Zelle normierte Zellvolumen; vergl. Legende zu Tab. I]

(IIa) Substanz: CaSnF <sub>6</sub> , Aust T = 77 K, $a = 5.776(1)$ Å, $c = 14.55(1)$ Å, $c/a = 2.519$	wertung bi	s $2\theta_{\rm max} = 74$	4.8°		
$V = 420.4 \text{ A}^3, V_{\text{norm}} = 560.5 \text{ A}^3$		x	у	z	В
	$3C_{n}(a)$	0.0	0.0	0.0	1 2(2)
	3Sn(h)	0.0	0.0	0.5	0.2(2)
	18F(f)	0.422(1)	0.976(1)	0.245(1)	0.2(1) 0.74(5)
$(3 + 3)$ Parameter, $R = 0.059$ , $R_{\rm p} = 0.124$	())	0	0000000	0.2.00(1)	017 1(2)
Auswertung bis 2	$\theta_{\rm max} = 74.3$	85°			
T = 4.2 K, $a = 5.762(1)$ Å, $c = 14.57(1)$ Å, $c/a = 2.529V = 418.9 Å3, Vnorm = 558.6 Å3$					
	3Ca(a)	0.0	0.0	0.0	0.3(1)
	3Sn(b)	0.0	0.0	0.5	0.0(1)
	18F(f)	0.417(1)	0.977(1)	0.245(1)	0.31(4)
$(3 + 3)$ Parameter, $R = 0.064$ , $R_p = 0.143$					
(IIb) Substanz FeZrF <sub>6</sub> , Ausw T = 77  K, a = 5.556(1)  Å, c = 14.13(1)  Å, c/a = 2.544 $V = 377.7 \text{ Å}^3, V_{\text{norm}} = 503.7 \text{ Å}^3$	ertung bis	$2\theta_{\rm max} = 86.$	.65°	-	a
			y		<i>D</i>
	3Fe(a)	0.0	0.0	0.0	0.25(3)
	3Zr(b)	0.0	0.0	0.5	0.00(5)
	18F(f)	0.579(1)	0.011(1)	0.246(1)	0.53(2)
$(3 + 3)$ Parameter, $R = 0.035$ , $R_p = 0.136$					
Auswertung bis 2	$\theta_{\rm max} = 100$	).7°			
T = 4.2 K, $a = 5.533(1)$ Å, $c = 14.18(1)$ Å, $c/a = 2.563V = 375.9 Å3, V_{norm} = 501.2 Å3$					
	3Fe( <i>a</i> )	0.0	0.0	0.0	0.32(3)
	3Zr(b)	0.0	0.0	0.5	0.10(3)
	18F(f)	0.583(1)	0.012(1)	0.246(1)	0.29(2)
$(3 + 3)$ Parameter, $R = 0.037$ , $R_p = 0.111$					

Fluorlage in x, y, z ermöglicht (5). Sie mußte aber ausgeschlossen werden, weil das verfeinerte Strukturmodell nichtbeobachtete zusätzliche Reflexe lieferte. In allen anderen Raumgruppen führt eine Abweichung der F<sup>-</sup>-Position von der Verbindungsgeraden der Metallatome zu einer statistischen Besetzung symmetrisch gleichwertiger Punktlagen durch F<sup>-</sup> (Splitmodell). Die damit verbundene Abweichung des Fe-F-Zr-Bindungswinkels von 180° hat eine bessere Raumerfüllung in der Umgebung der "Leerstelle" in 8c  $(\frac{1}{4}, \frac{1}{4}, \frac{1}{4})$ , die im Perowskitgitter besetzt ist, zur

Folge. Für die weiteren Untersuchungen wurde von den betrachteten Raumgruppen die höchstsymmetrische bei minimaler Parameterzahl, nämlich Fm3m, gewählt. Damit wird auch die Wahl dieser Raumgruppe für die Hochtemperatur-Strukturen von CaSnF<sub>6</sub> und CrZrF<sub>6</sub> begründet. Einer Rechnung mit F<sup>-</sup> in der Lage 24e (x, 0, 0) wurden Verfeinerungen mit Splitmodellen [F<sup>-</sup> in 96j (x, y, 0), in 96k (x, x, z) und in 192l (x, y, z)] gegenübergestellt. Als sinnvoll erwiesen sich nur die Ergebnisse der Rechnungen mit F<sup>-</sup> in x, 0, 0 und x, y, 0. Dabei liefert die Kombination von unge-

# TABELLE III

Geometrische Daten zu den $M^{II}Me^{IV}F_6$ -Strukturen [ $\varepsilon$ :
$Me^{iv}$ -F- $M^{ii}$ -Bindungswinkel; $A_{\perp}$ : senkrechter Abstand der abgewinkelten
Fluorposition von der $M^{II}$ -Me <sup>IV</sup> -Verbindungsgeraden; $U^{1/2}$ : mittlere
thermische Auslenkungen der Fluorionen (RMSD)]

		Abstände (Å)						
Substanz M <sup>11</sup> Me <sup>IV</sup> F <sub>6</sub>		$M^{2+}-F^-$	F <sup>-</sup> -Me <sup>4+</sup>	ɛ(°)	$A_{\perp}(\text{\AA})$	$U^{1/2}(\text{\AA})$		
CaSnF <sub>6</sub> "	293 K	2.26(1)	1.94(1)	166(1)	0.26	0.07	0.18	0.09
FeZrF <sub>6</sub> <sup>b</sup>	293 K	2.05(1)	2.00(1)	180	—	0.08	0.21	0.21
CrZrF <sub>6</sub> <sup>b</sup>	468 K	2.08(1)	1.99(1)	180	—	0.17	0.29	0.29
CaSnF <sub>6</sub>	77 K	2.24(1)	1.96(1)	159(1)	0.38	0.10		
CaSnF <sub>6</sub>	4.2 K	2.23(1)	1.97(10	157(1)	0.41	0.06		
FeZrF <sub>6</sub>	77 K	2.03(1)	2.04(1)	156(1)	0.42	0.08		
FeZrF <sub>6</sub>	4.2 K	2.03(1)	2.05(1)	155(1)	0.44	0.06		

<sup>a</sup> Aus den anisotropen Verfeinerungen mit  $F^-$  in xy0 (Tab. I) [Fm3m].

<sup>b</sup> Aus den anisotropen Verfeinerungen mit  $F^-$  in x00 (Tab. I) [Fm3m], dynamisches Modell.



ABB. 3. Einheitszelle von FeZrF<sub>6</sub> bei 77 K in *a*-*c*-Projektion mit ergänzten Fluor-Oktaedern, Raumgruppe  $R\overline{3}$ .

splitteter F<sup>-</sup>-Lage mit isotropem Temperaturfaktor einen deutlich schlechteren R-Wert und wird im folgenden nicht weiter betrachtet. In den übrigen drei Fällen (x, y, y)0 mit isotropen und anisotropen Temperaturfaktoren sowie x, 0, 0 anisotrop), die in Tab. I aufgeführt sind, unterscheiden sich weder die Zuverlässigkeitsindizes noch die mittleren thermischen Auslenkungen der F<sup>-</sup>-Ionen signifikant. Die Lage x, 0, 0 mit der Zähligkeit 24 würde durch die 24 F-Atome in der Elementarzelle voll besetzt, die Lage x, y, 0 mit der Zähligkeit 96 dagegen nur zu 25%. Im letzteren Fall entstünden aus der Koordinate eines Fluorions mit 0.25, 0.02, 0, drei weitere mit 0.25, -0.02,0; 0.25, 0, 0.02 und 0.25, 0, -0.02. Von diesen vier eng benachbarten Positinen würde jeweils eine in statistischer Verteilung besetzt (Abb. 4a). In Abb. 4b sind die Temperaturellipsoide (RMSD-Werte; xy-Ebene) der x, 0, 0- und der x, y, 0-Ver-(jeweils anisotrop) feinerung veranschaulicht. Die Gleichwertigkeit der beiden Rechnungen legt ein dynamisches Modell mit einem Durchschwingen des F-Ions durch die x, 0, 0-Lage nahe (Abb. 5). Dieses Modell ist in Übereinstimmung mit den Mößbauerspektren (3) im Temperaturbereich der kubischen Phase, die keine Ouadrupolaufspaltung zeigt. Eine statisch-azentrische Lage-wie sie für CaSnF<sub>6</sub> nahegelegt wird—würde notwendig zu einer trigonalen Verzerrung der FeF<sub>6</sub>-Oktaeder und damit zu einer nicht-verschwindenden Ouadrupolaufspaltung führen. Für die azentrische F<sup>-</sup>-Lage würde sich ein Zr-F-Fe-Winkel von 170(3)° und ein senkrechter Abstand F<sup>-</sup>-Ions auf die Zr-Fe-Verbindes dungsgerade von 0.17 Å ergeben. Obwohl die Schwingungsamplituden von F<sup>-</sup> in den Bindungsrichtungen denen von  $CaSnF_6$ gleichen und von normaler Größe sind (Tab. I, x00 Tanis; Tab. III), sind sie senkrecht dazu erheblich und enthalten möglicherweise Komponenten eines dynamischen Jahn-Teller-Effekts (10). Die



ABB. 4. (a) Projektion der Temperaturellipsoide von  $F^-$  in der Raumgruppe Fm3m von  $FeZrF_6$  senkrecht zur Bindungsrichtung [für die Lagen xy0 mit y = 0.021; RMSD-Werte]. (b) Vergleich der verfeinerten Temperaturellipsoide [RMSD-Werte, xy-Ebene] der x00und xy0-Lage von Fluor in FeZrF<sub>6</sub>.

mittleren Fe-F- und Zr-F-Bindungsabstände betragen wie in der Einkristallstrukturanalyse (4) 2.05 und 2.00 Å, in idealer Übereinstimmung mit den Ionenradien [ $r(Fe^{2+}) = 0.77$  Å,  $r(Zr^{4+}) = 0.72$  Å] (9).

Der Übergang in die Tieftemperaturphase wird bei 208  $\pm$  5 K gefunden (2, 3). Mit den Meßdaten bei 77.4 und 4.2 K wurden drei Strukturvorschläge getestet;  $R\overline{3}$  sowie  $R\overline{3}m$  mit gesplitteter allgemeiner Lage für F<sup>-</sup> bzw. mit F<sup>-</sup> in ungesplitteter x,  $\overline{x}$ , z-Lage. Eine sinnvolle Verfeinerung ließ sich nur in  $R\overline{3}$  durchführen (analog zur



ABB. 5. Modell der Schwingung der Fluorionen um das Zr-Atom als Zentrum [Dicke Balken veranschaulichen die Längenänderungen der Fe-F-Bindung; vergl. die Lage der F<sup>-</sup>-Temperatur-Ellipsoide in Abb. 4b].

Tieftemperaturphase von  $CaSnF_6$ ), so daß die aufgrund der röntgenographischen Einkristalldaten ebenfalls mögliche Raumgruppe R3m (4) ausgeschieden werden konnte. Der in der trigonalen Modifikation (Abb. gefundene Zr-F-Fe-Bin-3) dungswinkel beträgt 156° (Tab. III); der gleiche Wert wurde aus den in Abhängigkeit von der Temperatur gemessenen Gitterkonstanten abgeschätzt (2, 3). Die F<sup>-</sup>-Ionen liegen dementsprechend mit 0.4 Å erheblich seitlich der Fe-Zr-Verbindungslinie, so daß eine deutliche Gitterschrumpfung am Phasenübergang registriert wird (3). Eine Unstimmigkeit tritt bei den Bindungsabständen auf, indem die Zr-F-Distanz etwas größer gefunden wird als der Fe-F-Abstand.

Von der Verbindung CrZrF<sub>6</sub> ist bekannt, daß sie in drei Modifikationen existiert, die durch Phasenübergänge bei 398 ± 5 K und ca. 150 K miteinander verbunden sind (2, 6). Die Hochtemperaturphase wurde bei 468 K gemessen und in Fm3m verfeinert (Tab. I). Wie beim  $FeZrF_6$  sind die Verfeinerungen mit  $F^-$  in x, 0, 0 und x, y, 0 bezüglich der Temperaturfaktoren und der Zuverlässigkeitsindizes gleichwertig, so daß auch hier ein dynamisches Durchschwingen der F--Ionen angenomen werden darf-wiederum in Übereinstimmung mit dem Mößbauerbefund verschwindender Quadrupolaufspaltung im Stabilitätsbereich der kubischen Phase (6). Ähnlich wie beim FeZrF<sub>6</sub> würde sich für die azentrische F<sup>-</sup>-Lage ein  $\varepsilon$ -Winkel von 173(1)° und ein senkrechter Abstand auf die Cr-Zr-Verbindungsgerade von 0.13 Å ergeben. Auffallend sind die gegenüber CaSnF<sub>6</sub> und FeZrF<sub>6</sub> beträchtlich erhöhten Temperaturfaktoren  $B_{ij}$  insbesondere der F<sup>-</sup>-Liganden, aber auch des Cr<sup>2+</sup>-Ions. So sind insbesondere die RMSD-Werte in Bindungsrichtung (nämlich um den Faktor 2, Tab. III) ver-Dieser Befund bestätigt die größert. spektroskopischen Messungen, die eine beträchtliche dynamische Jahn-Teller-Verzerrung oberhalb von 400 K belegen (6). Die Bindungsabstände Zr-F bzw. Cr-F (Tab. III) korrelieren wiederum gut mit den Ionenradien nach Shannon und Prewitt  $[r(Cr^{2+}) = 0.82 \text{ Å}]$  (9). Interessant ist der Vergleich mit den Neutronenbeugungsdaten (393 K) des CuZrF<sub>6</sub> (5), das oberhalb von 385 K ebenfalls kubisch kristallisiert (2, 6).Hier sind die thermischen Auslenkungen in den Cu-F-Bindungsrichtungen noch erheblicher. In beiden Fällen ist die ausgeprägte Dynamik auf den Jahn-Teller-Effekt im  $\sigma$ -antibindenen  $E_{g}$ -Grundzustand zurückzuführen (11).

Bei 293 K wird eine tetragonal innenzentrierte Zelle mit a = 5.80 Å, c = 8.01 Å gefunden, während das Beugungsdiagramm bei 4.2 K mit einer (pseudo)monoklinen cflächenzentrierten Zelle mit a = 9.72 Å, b =5.69 Å, c = 5.81 Å,  $\beta = 125.5^{\circ}$  vereinbar ist. Die Srukturen der beiden Phasen werden zur Zeit mit einem hochauflösenden Pulverdiffraktometer weiter untersucht. Die Tieftemperaturphase ist vermutlich isostrukturell mit der von  $CuZrF_6$ , für die aus Pulverdaten eine trikline Zelle vorgeschlagen wird (5). Eine neuerliche Einkristall-Strukturbestimmung von CuPtF<sub>6</sub> führt zu einer ebenfalls triklinen Zelle (12). Hier wird über die beiden Phasenübergänge berichtet. Die Umwandlung von der kubischen in die tetragonale Phase wurde über die Halbwertsbreite bzw. die Aufspaltung des (420)-Reflexes verfolgt (Abb. 6a). Der



ABB. 6. Die Phasenübergänge von  $CrZrF_6$ : (a) kubisch-tetragonal [x: Halbwertsbreite des kubischen Reflexes (420);  $\bigcirc$ : 2 $\Theta$ -Aufspaltung zwischen den Reflexen (114) und (130), (222) in der Aufstellung der innenzentrierten tetragonalen Zelle; Aufheizdaten, Werte in Klammern: Abkühlungsdaten]; (b) tetragonal-monoklin [F: Verhältnis zwischen den integralen Intensitäten der kubischen Reflexgruppen (113) und (222)].

Übergang ist diskontinuierlich und zeigt eine kleine Hysterese. Er liegt bei 415  $\pm$  5 K, etwas höher als der aus Röntgendaten ermittelte Wert (2). Die tetragonale Phase enthält statisch tetragonal geweitete CrF<sub>6</sub>-Oktaeder in antiferrodistortiver Ordnung, wie spektroskopische Untersuchungen nahelegen (6). Der zweite Phasenübergang wurde über das Intensitätsverhältnis zweier benachbarter Reflexgruppen, die durch Aufspaltung der kubischen (113)- und (222)-Reflexe entstehen, zwischen 5 und 300 K analysiert (Abb. 6b). Die extrapolierte Übergangstemperatur liegt bei 150  $\pm$  10 K, in Übereinstimung mit den röntgenographischen Ergebnissen (2).

Über einige unserer Ergebnisse wurde bereits in Kurzfassung (13) berichtet. Wir danken Herrn Dr. P. v. Blanckenhagen für die Unterstützung bei der Bestimmung der Phasenübergangstemperaturen.

# **Referenzen und Fußnoten**

- 1. F. STEFFENS AND D. REINEN, Z. Naturforsch. B 31, 894 (1976).
- 2. D. REINEN AND F. STEFFENS, Z. Anorg. Allg. Chem. 441, 63 (1978).
- 3. J. PEBLER, D. REINEN, K. SCHMIDT, AND F. STEFFENS, J. Solid State Chem. 25, 107 (1978).
- P. KÖHL, D. REINEN, G. DECHER, AND B. WANKLYN, Z. Kristallogr. 153, 211 (1980).
- 5. V. PROPACH AND F. STEFFENS, Z. Naturforsch. B 33, 268 (1978).

- C. FRIEBEL, J. PEBLER, F. STEFFENS, M. WEBER, AND D. REINEN, J. Solid State Chem., 46, 253 (1983).
- 7. A. W. HEWAT AND I. BAILEY, Nucl. Instrum. Methods 37, 463 (1976).
- 8. S. KLEIN AND W. WEITZEL, J. Appl. Crystallogr. 8, 54 (1975).
- 9. R. D. SHANNON AND C. T. PREWITT, Acta Crystallogr. Sect. B 25, 925 (1969).
- 10. Der  $\pi$ -antibindende  $T_{2g}$ -Grundzustand von oktaedrisch koordiniertem Fe<sup>2+</sup> sollte eine geringe Jahn-Teller-Aufspaltung zeigen; die entsprechende tetragonale Verzerrung ist jedoch vermutlich dynamischer Natur und erst bei sehr tiefen Temperaturen einfrierbar.
- 11. D. REINEN AND C. FRIEBEL, Struct. Bonding 37, 1 (1979).
- 12. B. G. MÜLLER, Privatmitteilung.
- 13. H. W. MAYER, D. REINEN, G. HEGER, H. WÄCH-TER, S. KREMER, AND S. KRAUSE, KfK-Bericht 3381, S.96-104.