# Darstellung von Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>-Einkristallen mit definierter Zusammensetzung durch Chemischen Transport

## Udo Steiner<sup>a</sup>, Werner Reichelt<sup>a,\*</sup>, Sofia Daminova<sup>a,c</sup> und Enrico Langer<sup>b</sup>

Dresden, Technische Universität <sup>a</sup> Institut für Anorganische Chemie, <sup>b</sup> Institut für Oberflächen- und Mikrostrukturphysik <sup>c</sup> Moskau/Russland, Staatliche Universität

Bei der Redaktion eingegangen am 24. Juni 2004.

### Professor Heinrich Oppermann zum 70. Geburtstag gewidmet

**Inhaltsübersicht.** Phasenreine Pulverproben der Mischkristallphasen  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  wurden durch Festkörperreaktion in evakuierten Quarzglasampullen bei 1273 K dargestellt. Die Gitterkonstanten der Mischkristalle wurde an Röntgenpulverdiffraktometerdaten mit der Rietveld-Methode verfeinert. Eine geringe, aber signifikante Änderung der Gitterparameter in Abhängigkeit vom Zinkgehalt beweist das Vorliegen einer lückenlosen Mischkristallreihe  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$ . Einkristalle von  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  wurden durch Chemischen Transport im Temperaturgefälle 1273 K nach 1173 K mit den Transportmitteln NH<sub>4</sub>Cl oder NH<sub>4</sub>Br dargestellt, wobei ein Ausgangsmaterial mit geringem Sauerstoffüberschuss entsprechend der formalen Zusammensetzung "Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8.1</sub>" eingesetzt wurde. Das Co/Zn-Verhältnis der abgeschiedenen Kristalle wurde mittels Röntgenspektroskopie (EDX) bestimmt.

# Preparation of Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> Mixed Crystals with Defined Composition by Chemical Vapour Transport

Abstract. Phase-pure powder samples of  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  mixed crystals were prepared by solid state reactions in evacuated quartz tubes at 1273 K. The lattice parameter were refined from X-ray powder pattern by the Rietveld method. A small but significant change of the lattice parameter of  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  as a function of the zinc content was observed, thus confirming the existence of a complete solid solution series. Single crystals of  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  were grown by means of chemical vapour transport in a tempera-

## 1 Einleitung

Die ternären Molybdänoxide der Zusammensetzung  $M_2Mo_3O_8$  (M = Mg, Mn, Fe, Co, Ni, Zn, Cd) wurden von *McCarroll* u.a. [1] bereits vor nahezu 50 Jahren beschrieben. Alle Verbindungen kristallisieren isotyp in der hexagonalen Raumgruppe  $P6_3mc$ . Insbesondere die in Abhängigkeit vom enthaltenen Übergangsmetall (M = Mn, Fe, Co, Ni, Zn) unterschiedlichen magnetischen und elektrischen Eigenschaften dieser Verbindungen waren im folgenden Zeitraum Schwerpunkt des wissenschaftlichen Interesses [2, 3, 5]. *Varret* u.a. [4] synthetisierten außerdem erstmals Mischkristalle Fe<sub>2-x</sub>M<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> (M = Mg, Zn, Mn, Co, Ni) und untersuchten deren Struktur mittels Mößbauer-Spektroskopie sowie die magnetischen Eigenschaften.

Voraussetzung für die Untersuchung der anisotropen magnetischen und elektrischen Eigenschaften der Verbindun-

Institut für Anorganische Chemie der Technischen Universität Mommsenstraße 13 D-01062 Dresden FAX: 0351 / 463 37287 E-mail: werner.reichelt@chemie.tu-dresden.de ture gradient 1273 K to 1173 K using NH<sub>4</sub>Cl or NH<sub>4</sub>Br as transport agent starting from a source material with a small oxygen excess, corresponding to a formal composition " $Co_{2-x}Zn_x$ - $Mo_3O_{8.1}$ ". The Co/Zn ratio of the obtained  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  single crystals was investigated using EDX measurements.

Keywords: Chemical Vapor Transport; Mixed Crystals; Molyb-denum

gen  $M_2Mo_3O_8$  ist das Vorliegen von Einkristallen geeigneter Größe und Qualität. Hier eignet sich als Darstellungsmethode der Chemische Transport, wie bereits *Strobel* und *Le Page* [5] zeigten, die Einkristalle von  $M_2Mo_3O_8$  (M = Mn, Fe, Co, Ni) durch Chemischen Transport mit dem Transportmittel TeCl<sub>4</sub> erhielten. Interessant in diesem Zusammenhang wäre sicher auch die Untersuchung von Mischkristallen zwischen der diamagnetischen Phase Zn<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> und Co<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>, welches bei 40.8 K antiferromagnetisch ordnet [3].

Die Abbildung 1 zeigt die Koexistenzverhältnisse in den ternären Randsystemen Zn/Mo/O [6] bzw. Co/Mo/O und die Einordnung der Mischkristallreihe  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  in das quaternäre System Co/Zn/Mo/O. Aufbauend auf die systematischen Untersuchungen zum Chemischen Transport in den ternären Systemen Zn/Mo/O [6] und Co/Mo/O [7] konnten wir bei den hier vorgestellten Untersuchungen experimentelle Bedingungen bestimmen, bei denen sich Einkristalle von  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  mit definiertem Co : Zn-Verhältnis abscheiden lassen.

#### 2 Experimentelles

Zur Darstellung von Pulverproben der Mischkristalle  $Co_{2-x}Zn_x$ -Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> wurde von homogenisierten Gemengen aus CoO (herge-

<sup>\*</sup> Doz. Dr. W. Reichelt



Abb. 1 Einordnung der Mischkristallreihe Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> in das quaternäre System Co/Zn/Mo/O (schematisch)

stellt aus Co<sub>3</sub>O<sub>4</sub>, Chempur 99.5%, durch 24-stündige Temperung im Quarzglasschiffchen an Luft bei 1373 K), ZnO (Alfa 99.99%), MoO<sub>3</sub> (Merck, p. a., zur Reinigung umsublimiert) und Mo (Heraeus, 99,9+%) im entsprechenden stöchiometrischen Verhältnis ausgegangen. Nach der Temperung in evakuierten Quarzglasampullen (ein Tag bei 773 K und fünf Tage bei 1273 K) war das Reaktionsprodukt meist rönthenographisch (Röntgenpulverdiffraktometrie, Siemens D5000, CuK- $\bar{\alpha}$ -Strahlung) phasenreiner Mischkristall Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>, gelegentlich waren geringe Mengen von MoO<sub>2</sub> nachweisbar.

Die Bestimmung der Gitterkonstanten der Mischkristallphasen erfolgte mittels Rietveld-Verfeinerung (Programm FULLPROF [9]) an Röntgenbeugungsdaten (Siemens D5000, CuK- $\bar{\alpha}$ -Strahlung, 5°<20<80°, Schrittweite 0.02°, 16 s Messzeit pro Schritt). Als Startmodell für die Verfeinerung dienten die Strukturdaten von Co<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> [2].

Die Versuche zum Chemischen Transport erfolgten in Quarzglasampullen in den üblichen Zweizonenöfen im Temperaturgefälle  $T_2 = 1273$  K nach  $T_1 = 1173$  K. Als Ausgangsmaterial wurden bei  $T_2 = 1273$  K vorgetemperte Proben (Masse jeweils 1 g) mit einem geringen Sauerstoffüberschuss, entsprechend einer formalen Zusammensetzung Co:Zn:Mo:O wie 2-x : x : 3 : 8.1, vorgelegt. Die Synthese dieser Ausgangsgemenge erfolgte analog zur Darstellung der phasenreinen Mischkristallproben, röntgenographisch waren neben der Hauptphase Co2-xZnxMo3O8 Nebenbestandteile wie MoO<sub>2</sub>, ZnO und CoMoO<sub>4</sub> bzw. ZnMoO<sub>4</sub> nachweisbar. Das Transportmittel  $NH_4X$  (X = Cl bzw. Br) wurde direkt eingewogen, die Massen betrugen jeweils etwa 1.5 mg (X = Cl) bzw. 2 mg (X = Br). Nach einer Transportzeit von ungefähr fünf Tagen wurden die Ampullen in Wasser abgeschreckt und die Transportrate durch Wägung der Abscheidungsprodukte bestimmt. Die transportierte Gesamtmasse betrug ca. 150 mg. Die Ermittlung des Co/Zn-Verhältnisses der abgeschiedenen Einkristalle erfolgte mittels Röntgenspektroskopie (EDX/ESMA, Gerätesystem CamScan CS 44). Aus jedem Transportversuch wurden zwei Kristalle ausgewählt und jeweils zwei unterschiedliche Stellen des Kristalls vermessen. Die Differenzen der Einzelmessungen waren zumeist gering (<5%), es wurden keine signifikante Unterschiede zwischen den Kristallen eines Versuches gemessen.

## **3** Resultate und Diskussion

# Mischkristallbildung im System Co<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>|Zn<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>

Wie aufgrund der Isotypie der ternären Randphasen und der sehr ähnlichen Ionenradien von Zn<sup>2+</sup> und Co<sup>2+</sup> zu erwarten ist, kommt es zur Bildung einer lückenlosen Mischkristallreihe Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>. Die mittels Rietveld-Verfeinerung bestimmten Gitterkonstanten für unterschiedliche Zinkgehalte x sind in Tabelle 1 zusammengestellt, Abbildung 2 zeigt die Abhängigkeit der Gitterkonstanten vom Zusammensetzungsparameter x. Wegen der bereits sehr ähnlichen Elementarzellenabmessungen der beiden Randphasen der Mischkristallreihe, ändern sich die Gitterkonstanten in Abhängigkeit von der Mischkristallzusammensetzung nur sehr geringfügig (stets weniger als 0.2%), aber signifikant. Während a mit steigendem Zinkgehalt annähernd gleichmäßig zunimmt, durchläuft c bei x = 1 ein Minimum. Im Ergebniss wird für das Volumen der Elementarzelle eine sehr geringe, kaum nachweisbare Abnahme bis x = 1 sowie eine Zunahme bei zinkreicheren Zusammensetzungen x>1 bis hin zum Wert der Randphase Zn<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> beobachtet (Abbildung 2). Ursache dieses Verhaltens ist sicherlich die unterschiedliche Besetzung der beiden kristallographisch unabhängigen M2+-Positionen mit Cobalt und Zink, eine Verfeinerung der Besetzungsparameter ist allerdings aufgrund der geringen Differenz der Ordnungszahlenbeider Elemente nicht sinnvoll.

# **Chemischer** Transport

Ausgehend von Proben mit geringem Sauerstoffüberschuss (entsprechend einer formalen Zusammensetzung "Co<sub>2-x</sub>-Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8.1</sub>") gelingt im Temperaturgefälle  $T_2 = 1273$  K nach  $T_1 = 1173$  K die (nahezu) einphasige Abscheidung von Einkristallen der Reihe Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> mit den Trans-

Tabelle 1 Zellparameter der Mischkristalle Co2-xZnxMo3O8

x	<i>a</i> in Å	c in Å	V in Å <sup>3</sup>	
0	5.7684(4)	9.9117(7)	285.62(3)	
0.25	5.7687(3)	9.9096(6)	285.59(3)	
0.5	5.7688(3)	9.9068(6)	285.51(3)	
0.75	5.7695(3)	9.9060(6)	285.56(3)	
1.0	5.7694(3)	9.9050(6)	285.52(3)	
1.25	5.7705(3)	9.9080(6)	285.65(3)	
1.5	5.7716(3)	9.9109(6)	285.92(3)	
1.75	5.7720(3)	9.9122(5)	285.99(2)	
2.0	5.7723(4)	9.9132(8)	285.99(4)	



Abb. 2 Relative Änderung der  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$ -Gitterkonstanten (oben) sowie das Volumen der Elementarzelle (unten) in Abhängigkeit vom Zinkgehalt *x* 

portmitteln NH<sub>4</sub>X (X = Cl, Br) mit durchschnittlichen Transportraten von 1 bis 2 mg/h, wobei die Raten bei X = Br etwas höher und die abgeschiedenen Kristalle etwas größer als bei X = Cl waren. Die erhaltenen Kristalle (Abbildung 3) besitzen den typischen hexagonalen Habitus der Verbindungen M<sub>2</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> bei Abmessungen bis zu mehreren mm Länge. Gelegentlich wurden im Abscheidungsraum ( $T_1$ ) neben der Hauptphase Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> wenige, zumeist kleine Kristalle von weiteren Phasen wie MoO<sub>2</sub>, ZnO bzw. ZnMoO<sub>4</sub> beobachtet, wobei die violette bis blaue Farbe der beiden letztgenannten Verbindungen auf den Einbau von Co zurückzuführen ist, wie EDX-Messungen zeigten.



Abb. 3 Typische Kristalle von  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$ , Transportmittel  $NH_4Br$ 

**Tabelle 2** Chemischer Transport von  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$ : Vergleich der Co-Gehalte x bei  $T_2$  (Ausgangsbodenkörper) und  $T_1$  (abgeschiedene Kristalle, ESMA/EDX-Messungen)

Ausgangs- zusammensetzung $x$ bei $T_2 = 1273$ K	Zusammensetzung x der a bei $T_1 = 1173$ K (ESMA/I Transportmittel NH <sub>4</sub> Cl	bgeschiedenen Kristalle EDX-Messungen) Transportmittel NH4Br
0.25	0.26; 0.27	0.24; 0.24; 0.26
0.5	0.57; 0.71	0.43; 0.50
0.75	0.83; 0.91	0.63; 0.74
1.0	1.25; 1.30; 1.37	1.07; 1.10; 1.16
1.25	1.40; 1.57	1.32; 1.50; 1.50
1.5	1.65: 1.78	1.72: 1.77
1.75	1.73; 1.85; 1.89	1.80; 1.85

Setzt man dagegen einphasige Pulverproben von Co<sub>2-x</sub>-Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> als Startmaterial ein, wird nur die Abscheidung einiger weniger, sehr kleiner Kristalle beobachtet, bei denen es sich neben Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> um unidentifizierte intermetallische Phasen handelt. Ursache hierfür ist die reduzierende Wirkung des verwendeten Transportmittels NH<sub>4</sub>X. Ebenfalls als ungeeignet zur Abscheidung von Co<sub>2-x</sub>-Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> mit reproduzierbarer Zusammensetzung erwiesen sich die Transportmittel Cl<sub>2</sub> und Br<sub>2</sub>. Sowohl bei einphasigen Proben der Mischkristalle als auch bei solchen mit Sauerstoffüberschuss wurde neben Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> die Abscheidung größerer Mengen koexistierender Phasen wie MoO<sub>2</sub>, ZnO und ZnMoO<sub>4</sub> beobachtet. Weiterhin ist das Einbringen von Transportmittelmassen größer etwa 3 mg zu vermeiden, da dann mit der Kondensation von Metallhalogeniden, und damit mit weniger gut reproduzierbaren Transportergebnissen gerechnet werden muss.

In Tabelle 2 sowie in Abbildung 4 sind die Zusammensetzungen x der bei  $T_1$  abgeschiedenen Einkristalle in Abhängigkeit von der vorgelegten Ausgangsbodenkörperzusammensetzung zusammengestellt, wobei ein Messwert jeweils für einen Transportversuch steht. Punkte auf der diagonalen Linie im Anreicherungs-/Abreicherungsdiagramm (Ab-



Abb. 4 Anreicherungs-/Abreicherungsdiagramm für den Chemischen Transport von  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$  mit NH<sub>4</sub>X (X = Cl, Br)

bildung 4) zeigen an, dass keine Veränderung des Co:Zn-Verhältnisses zwischen Auflösungs- und Abscheidungsraum (Quelle und Senke,  $T_2$  und  $T_1$ ) beobachtet wird. Punkte oberhalb der Linie weisen auf eine Verschiebung zu zinkreicheren (cobaltärmeren) Zusammensetzungen hin, solche unterhalb auf Zinkabreicherung (Cobaltanreicherung). Wie ersichtlich, beobachtet man mit dem Transportmittel NH<sub>4</sub>Cl ausgehend von nahezu allen Ausgangsbodenkörperzusammensetzungen eine geringe (maximal  $\Delta x = 0.3$ ), aber signifikante Verschiebung zu höheren Zinkgehalten (geringeren Cobaltgehalten), während mit NH<sub>4</sub>Br bei Ausgangszusammensetzungen x<1 keine signifikante Änderung nachweisbar ist, während bei x>1 ähnliches Verhalten wie mit NH<sub>4</sub>Cl beobachtet wird, also eine geringe Verschiebung zu zinkreicheren Zusammensetzungen.

Im Fall eines einphasigen Bodenkörpers tritt, aufgrund der unterschiedlichen Gasphasenlöslichkeit der Metallkomponenten (hier Zink und Cobalt), im Verlaufe des Transportes eine sukzessive Verschiebung der Zusammensetzungen von Bodenkörper und Abscheidungsprodukt ein. Liegt hingegen ein mehrphasiger Gleichgewichtsbodenkörper im Auflösungsraum vor, wird im Verlaufe des Transports eine bestimmte Zusammensetzung abgeschieden. Falls eine sukzessive Verschiebung der Zusammensetzungen auftritt, kann sie im Experiment vernachlässigt werden, wenn bei Versuchende der Ausgangsbodenkörper immer noch im großen Überschuss zu den Abscheidungsprodukten vorliegt, was bei den von uns gewählten Transportbedingungen gewährleistet war.

Modellrechnungen zum Chemischen Transport (insbesondere zuverlässige Voraussagen zur Cobalt- bzw. Zink-An/Abreicherung) sind im hier untersuchten System zur Zeit nicht möglich, da die komplexen Koexistenzbeziehungen der Phasen im quaternären System Co/Zn/Mo/O nur sehr unzureichend bekannt sind und für die Verbindungen  $M_2Mo_3O_8$  (M = Co, Zn) z. T. nur abgeschätzte bzw. für die Mischkristalle Co<sub>2-x</sub>Zn<sub>x</sub>Mo<sub>3</sub>O<sub>8</sub> gar keine thermodyna-



**Abb. 5** Gasphasenzusammensetzung über einem  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$ -Bodenkörper (x = 1), Transportmittel NH<sub>4</sub>Cl

mische Daten vorliegen. Trotzdem lassen sich anhand von Überschlagsrechnungen und aus den Untersuchungen zum Chemischen Transport der ternären Randphasen [6, 7] der Mischkristallreihe einige Aussagen zum Transportmechanismus und zu den für den Transportvorgang wesentlichen Gasteilchen treffen. Wie dem Ergebnis einer solchen Überschlagsrechnung zur Gasphasenzusammensetzung über einem CoZnMo<sub>3</sub>O<sub>8</sub>-Bodenkörper (x = 1, Transportmittel NH<sub>4</sub>Cl) in Abbildung 5 entnommen werden kann, sind die für den Transport der Metalle wesentlichen Gasteilchen CoCl<sub>2</sub>(g), ZnCl<sub>2</sub>(g) bzw. MoO<sub>2</sub>Cl<sub>2</sub>(g). Da der Sauerstoffpartialdruck durch den koexistierenden Bodenköper bei niedrigen Werten festgelegt ist, erfolgt der Sauerstofftransport über die Gasphase neben MoO<sub>2</sub>Cl<sub>2</sub>(g) hauptsächlich über H<sub>2</sub>O(g), das durch Reaktion des Transportmittels  $NH_4X$  (X = Cl, Br) mit dem Bodenkörper gebildet wird. Setzt man X<sub>2</sub> als Transportmittel ein, kann der beobachtete Transport nur durch das Vorhandensein von Feuchtigkeitsspuren erklärt werden. Wird bei T<sub>1</sub> nur der Mischkristall abgeschieden, lässt der Transportvorgang durch eine formale Gleichung beschreiben:

 $\begin{array}{l} Co_{2-x}Zn_{x}Mo_{3}O_{8}(s) \,+\, 10 \,\,HX(g) \leftrightarrows 2\text{-}x \,\,CoX_{2}(g) \,+\, x \,\,ZnX_{2}(g) \,+\, 3 \\ MoO_{2}X_{2}(g) \,+\, 2 \,\,H_{2}O(g) \,+\, 3 \,\,H_{2}(g). \end{array}$ 

Allgemein tritt bei der Einstellung des Bodenkörper-Gasphase-Gleichgewichtes nach Transportmittelzugabe und Aufheizen auf  $T_2 = 1273$  K eine Verschiebung der Bodenkörperzusammensetzung auf (inkongruente Auflösung), unter anderem durch die Bildung von H<sub>2</sub>O(g). Dabei ist zu vermeiden, dass sich die Zusammensetzung in einen sauerstoffärmeren Koexistenzraum (mit niedrigerem Sauerstoffkoexistenzdruck und als Folge deutlich geringerer Gasphasenlöslichkeit von Molybdän) verschiebt, was durch die Vorlage eines Ausgangsbodenkörpers mit geringem Sauerstoffüberschuss (entsprechend Co:Zn:Mo:O wie 2-x : x : 3 : 8.1) gewährleistet wird.

Wie gezeigt wurde, ist durch die Wahl geeigneter experimenteller Parameter die Abscheidung von  $Co_{2-x}Zn_xMo_3O_8$ in einkristalliner Form bei guter Reproduzierbarkeit möglich, wobei die Zusammensetzung der Abscheidungsprodukte durch die vorgelegten Ausgangszusammensetzungen gesteuert werden kann. Die für das spezielle System gewählten experimentellen Bedingungen sind zwar aufgrund der in der Regel unterschiedlichen Koexistenzverhältnisse nicht sofort auf andere analoge Systeme  $M_{2-x}M'_xMo_3O_8$  übertragbar, liefern aber wichtige Hinweise für die Auswahl geeigneter Parameter zur Darstellung weiterer Mischkristalle durch Chemischen Transport.

#### Literatur

- [1] W. H. McCarroll, L. Katz, R. Ward, J. Am. Chem. Soc. 1957, 79, 410.
- [2] D. Betrand, H. Kerner-Czeskleba, J. Physique 1975, 36, 379.
- [3] S. P. McAlister, P. Strobel, J. Magnetism Magnetic. Mat. 1983, 30, 340.
- [4] F. Varret, H. Czeskleba, F. Hartmann-Boutron, P. Imbert, J. *Physique* **1972**, *33*, 549.
- [5] P. Strobel, Y. Le Page, J. Crystal Growth 1983, 61, 329.
- [6] T. Söhnel, W. Reichelt, H. Oppermann, Z. Anorg. Allg. Chem. 1997, 623, 1190.
- [7] U. Steiner, S. Daminova, W. Reichelt, Z. Anorg. Allg. Chem. 2004, 630, 2541.
- [8] T. Maruyama, Y. Saito, Denki Kagaku 1990, 58, 498.
- [9] J. Rodriguez-Carvajal, *Program Fullprof 2000*, Laboratoire Leon Brillouin (CEA-CNRS).