Numéro d'Enregistrement C.N.R.S.

Å D 5796

.

SP1 499

THESE

de Doctorat d'Etat ès Sciences Physiques

présentée

à l'Université de Paris VI

par

Pierre SPINAT

Contribution à l'étude des carbosiliciures de manganèse et de fer

Soutenue le 18 Juin 1971

Article Principal

Numero d'Esregistrement C.N.R.S.

A 0 5796

THESE

• 5

de Doctorat d'Etat às Sciences Physiques

l'x l'x eeclis

présentée

à l'Université de Paris VI

par

Pierre SPINAT

Contribution à l'étude des carbosiliciures de manganèse et de fer

Soutenue le 18 Juin 1971

ŝ

Article Principal

EXTRAIT du Bulletin de la Société française de Minéralogie et de Cristallographie, 99, 1976. ٠

Études par diffraction de neutrons de la phase Mn₅SiC et des solutions solides (Mn_{1-x}Mo_x)₅SiC, (Mn_{1-x}Fe_x)₅SiC. Propriétés structurales et magnétiques

par PIERRE SPINAT et PAULETTE HERPIN,

Laboratoire de Minéralogie-Cristallographie associé au C. N. R. S., Université P. et M.-Curie (1),

Résumé. – Dans la phase Mn_sSiC les positions des atomes de carbone ont été précisées et affinées à partir d'un spectre de diffraction de neutrons réalisé sur poudre à température ambiante. L'environnement métallique des atomes de carbone se présente sous forme de prismes droits à bases triangulaires. Mn_sSiC se rattache donc à la fois aux phases intermétalliques complexes par son schéma structural d'ensemble et aux composés de la famille cémentite par l'entourage du carbone.

La diffraction de neutrons des solutions solides a montré que la substitution du manganèse par un métal de transition se fait sur des sites distincts selon la taille de l'atome substituant.

Les études magnétiques et la diffraction de neutrons à basse température ont révélé que les propriétés magnétiques évoluent d'une façon remarquable dans les solutions solides spécialement dans celle du molybdène, mais que la structure magnétique correspondante, avec deux sous-réseaux, est d'une très grande complexité.

Mots clés : phases intermétalliques complexes, diffraction de neutrons, propriétés structurales, propriétés magnétiques

Neutron diffraction studies of the Mn_5SiC phase and the solid solutions $(Mn_{1-x}Mo_s)_5SiC$, $(Mn_{1-x}Fe_s)_5SiC$. Structural and magnetic properties.

Abstract. — The carbon atomic coordinates have been refined from neutron diffraction pattern on powder at the ambient temperature. These carbon atoms are located in the center of right prisms whose the bases are triangular. The $Mn_{\delta}SiC$ phase is related to intermetallic complex phases by the structural design and belongs to the family of cementite carbides by the neighbourhood of carbon.

The neutron diffraction of the solid solutions allowed to show that the substitution of manganese by a transition metal takes place in different sites according to the size of the substituent atom.

Magnetic studies and neutron diffraction at low temperature have shown that magnetic properties change in a remarkable way when in solid solutions, especially with molybdenum, but the magnetic structure, with two lattices, presents a great complexity.

Key words : intermetallic complex phases, neutron diffraction, structural properties, magnetic properties

INTRODUCTION.

La connaissance de la structure du composé Mn_sSiC (Spinat *et al.*, 1970) a été un élément essentiel dans l'étude du diagramme ternaire Mn-Si-C. En effet, elle a facilité la détermination par rayons X de la structure de la phase « Mn_sSi_2C » et guidé son interprétation (Spinat *et al.*, 1975). L'existence, dans ces composés, de solutions solides parfois totales avec le fer (Sénateur *et al.*, 1965; Spinat *et al.*, 1972) a permis d'accéder au système Fe-Si-C, fondamental dans la métallurgie des fontes et des aciers.

Après une étude préalable des propriétés magnétiques de Mn_sSiC et des solutions solides $(Mn_{1-x}Fe_x)_sSiC$ et $(Mn_{1-x}Mo_x)_sSiC$, le présent travail a pour but, à l'aide de la diffraction de neutrons, de déterminer les positions des atomes de carbone dans la phase Mn_sSiC , d'expliquer le comportement structural des solutions solides, et de proposer une structure magnétique satisfaisant aux différents résultats expérimentaux.

⁽¹⁾ Tour 16, place Jussieu, 75230 Paris Cedex 05.

1. METHODES EXPLOY AN GES

Les différents échantillons sont prepares par diffusion thermique dans l'état solide, en ampoule de silice vide d'air, à partir du melange d'éléments de haute pureté pris à l'état pulvérulent.

Les produits obtenus sont systématiquement contrôlés à l'aide de clichés de rayons X effectués sur poudre par méthode de Seeman-Bohlin (λ FeK α , étalon interne de silicium (Swanson et Fuyat, 1953)), et par analyses thermomagnétiques. Cellesci sont réalisées à l'aide d'un appareil du type balance de torsion fonctionnant dans un intervalle de température ailant de 77 K à 1 500 K.

Les courbes de susceptibilité magnétique sont obtenues au moyen d'une balance paramagnétique dont le domaine d'étude se situe entre 300 K et 1 200 K. Les mesures sont faites en référence à un étalon de pyrophosphate de manganèse très pur.

Les aimantations sont mesurées entre 4,2 K et 275 K suivant la méthode d'extraction axiale. L'étalonnage de l'appareil est réalisé à partir d'échantillons de fer et de nickel purs élaborés par zone fondue.

II. - Études magnétiques.

1. Mn₅SiC.

Le caractère magnétique du composé Mn_bSiC a déjà été mentionné (Spinat *et al.*, 1970). Le point de Curie de cette phase se situe à 284 K. L'étude de la variation de la susceptibilité magnétique en fonction de la température (fig. 1) laisse penser



FIG. 1. -- Courbes de susceptibilité magnétique.

qu'en dessous de 284 K, Mn₆SiC présente une structure magnétique ordonnée du type « ferrimagnétique ». Les courbes thermomagnétiques, sous champ de l'ordre de I K Œ, révèlent au voisinage de 50 K une anomalie. Cette anomalie disparaît totalement pour des champs de l'ordre de 20 K Œ (fig. 2).

Les courbes d'aimantation montrent une saturation incomplète de l'échantillon, dans un champ



de 26,6 K \times à 20,4 K. Dans ces conditions, la mesure du moment magnétique n'est guère possible. Pour fixer un ordre de grandeur, à 20 K et sous 26,6 K \times , l'aimantation mesurée est de 0,35 μ B par atome de manganèse (fig. 3).





2. Solution solide $(Mn_{1-x}Fe_x)_{\delta}$ SiC.

Le fer se substitue au manganèse dans la proportion de 60 % atomique. En suivant l'évolution de la température de Curie (T 2 + 77 K; fig. 4) et du moment magnétique en fonction de la substitution, un minimum très accentué a été mis en évidence, dans un cas comme dans l'autre, au voisinage de 40 % atomique. Cette singularité dans la variation



de la solution solide $(Mn_{1-x}Fe_x)_{\delta}$ SiC.

des points de Curie et de l'aimantation pourrait être liée à une substitution ordonnée, mais, ni la diffraction des rayons X, ni les courbes de variations de paramètres (Spinat *et al.*, 1970) n'ont donné confirmation de cette hypothèse. C'est pourquoi le composé $(Mn_{0,5}Fe_{0,5})_s$ SiC a été préparé en vue d'une étude par diffraction de neutrons.

3. Solution solide $(Mn_{1-x}Mo_x)_5$ SiC.

Le molybdène a non seulement facilité l'étude cristallographique en permettant la différenciation des sites métalliques (Spinat *et al.*, 1970) mais il a également modifié d'une façon remarquable les propriétés magnétiques de Mn_sSiC. Si les courbes de susceptibilité, pour des substitutions inférieures à 16 % atomique (fig. 1) sont du même type que celle de Mn_sSiC, les courbes d'aimantation des composés (Mn_{1-x}Mo_x)_s SiC révèlent l'existence d'une transition magnétique. (fig. 5) du type antiferromagnétique-ferrimagnétique. Les courbes de variations du point de Curie et de la température de transition en fonction de la substitution en molybdène, convergent au voisinage de la teneur de 16 % atomique, fermant ainsi le domaine ferrimagné-



FIG. 5. — Courbes d'aimantation de $(Mn_{0,92}Mo_{0,08})_5$ SiC et de $(Mn_{0,82}Mo_{0,18})_5$ SiC en fonction de la température.

tique (fig. 6). Le moment magnétique de $Mn_{b}SiC$ diminue quand la teneur en molybdène augmente (fig. 3). Au-delà de 16 % atomique, ne demeure qu'une transition magnétique du type antiferromagnétique-paramagnétique ; la variation de l'in-



Fig. 6. — Variation des températures de transition et de Curie de la solution solide $(Mn_{1-s}Mo_s)_{s}$ SiC.

verse de la susceptibilité en fonction de la température — suivie entre 300 K et 800 K sur le composé à 18 % atomique — est linéaire (fig. 5). Compte tenu des résultats précédents la solution solide $(Mn_{0,04}Mo_{0,06})_{\delta}$ SiC a donc été choisie pour effectuer les études par diffraction de neutrons. III. INTERPRÉTATION DES SPECTRES DE NEUTRONS DANS L'ÉTAT PARAMAGNÉTIQUE.

1. Position des carbone dans Mn_sSiC.

Les données cristallographiques de Mn_sSiC (Spinat *et al.*, 1970) sont les suivantes : a = 10,198 (1) Å; b = 8,035 (1) Å; c = 7,630 (1) Å; $\alpha = \beta = \gamma = 90^{\circ}$; V = 625,2 Å³; $D_{mes} = 6,62 \pm 0,03$; $D_{cal} = 6,07$; Z = 8; groupe spatial : $Cmc2_1$.

Un spectre de diffraction de neutrons a été effectué à température ambiante, avec la longueur d'onde $\lambda = 1, 137_{5}$ Å, sur un échantillon cylindrique et fritté, d'une vingtaine de grammes de Mn_sSiC. Le pas choisi a été de 0,05° en 2 θ et le moniteur fixé à 150 000 coups. Le balayage en 2 θ a été fait à partir de 5º jusqu'à 64º; compte tenu des paramètres, au-delà de 34º les raies se chevauchent et le spectre est difficilement exploitable. On a vérifié que les règles d'extinctions du groupe spatial étaient respectées. Les intensités des raies ont été mesurées en « point par point », déduction faite du bruit de fond relevé sur une courbe expérimentale. Afin d'obtenir l'intensité absolue de chaque raie, les spectres de Mn₅SiC et d'une poud**re** étalon de nickel, disposés dans un cylindre en vanadium, ont été observés dans les mêmes conditions expérimentales.

Les corrections d'absorption ont été calculées à partir de μ (coefficient linéaire d'absorption) et \mathbf{r} (rayon de l'échantillon cylindrique). Le $\mu \mathbf{r}$ de Mn_sSiC pour le batonnet fritté est égal à 0,25 et celui de l'échantillon en poudre à 0,17 (cylindre en vanadium 0 = 10 mm). Ces valeurs permettent de considérer l'absorption comme pratiquement constante pour l'ensemble des 2 θ balayé (Bacon, 1962).

Le programme d'affinement par moindres carrés utilisé (Mériel *et al.*, 1963; Roche et Mériel, 1959) a été conçu de façon à permettre l'affinement des paramètres atomiques à partir des intensités des raies provenant d'un spectre de poudre, que ces raies soient simples ou qu'elles correspondent à la superposition de réflexions d'indices différents. Ainsi, dans le cas présent, 21 raies représentant 33 réflexions ont été utilisées.

Les positions des manganèse et du silicium étant fixées (Spinat *et al.*, 1970), il fallait vérifier et affiner les positions des carbone. En partant des hypothèses qui découlaient des sections de densité électroniques faites à partir des intensités recueillies aux rayons X, une série de cycles d'affinement sur les coordonnées des carbone et sur le facteur de température général a conduit à R = 0.04(B = 0.14 Å²) avec :

$$R = \frac{\sum_{i} |I_{iobs} - I_{ical}|}{I_{ical}}$$

les I,,, étant mesurées en valeurs relatives.

Un affinement sur les intensités absolues a conduit à R = 0.046, valeur qui confirme à la fois

la formule chimique, entre autres la composition en carbone, et le nombre de groupements formulaires trouvés pour la phase Mn₆SiC (Spinat *et al.*, 1970) (tabl. I).

TABLEAU I.

Intensités absolues de Mn_sSiC (neutrons.)

Indices	Ical.abs.	I obs.abs.
110	147	114
200	11	17
111	192	163
020	64	197
002	31	17
021	635	686
112	131	211
220 310	1549 193} 1742	1715
202	3849	3824
221 311	1905 150} 2055	1961
022	1059	1063
130 400	645 2564 } 3109	3075
131 222 312	$\begin{pmatrix} 16\\ 143\\ 1 \end{pmatrix}$ 160	157
113	1579	1626
420 023 132 402 330	235 15 4098 • 831 124	5362
421	407	406
331 040	$\binom{125}{5}$ 130	69
223 510 313	156 224 205	503
041	22	17
511 004	329 \ 86 J 415	286
512	100	37

Des essais d'affinement sur les atomes de manganèse et de silicium — chaque atome étant affiné successivement, les autres restant fixes — n'ont donné aucune variation sensible des positions atomiques (< I/I 000 de maille). Le tableau II récapitule les coordonnées atomiques de Mn_bSiC avec les écarts type.

Les atomes de carbone se situent dans des prismes droits à bases triangulaires, légèrement déformés, dont les six sommets sont occupés par des atomes métalliques (fig. 7). La phase Mn_sSiC est à rapprocher de la famille des composés du type cémentite : Mn_sC , Mn_sC_s , Mn_7C_s ... (Fasiska et

TABLEAU II. Coordonnées atomiques de Mn₅SiC.

	x	У	z
Mn ₁	0,1478 (6)	0,3352 (8)	0,3810 (4)
^{Mn} 2 .	0,0000 (0)	0,4546 (6)	0,6769 (9)
Hn2 th	0,0000 (0)	0,1386 (5)	0,1861 (10)
Hn ₃	0,1252 (2)	0,0056 (6)	0,4389 (9)
Mn ₄	0.1211 (2)	0,1796 (3)	0,6894 (9)
Hn ₅	0,1469 (5)	0,3408 (8)	0,0000 (0)
51	0,2520 (5)	0,0782 (7)	0,1869 (11)
c	0,000 (0)	0,203 (5)	0,482 (10)
c ^m	0,000 (0)	0,183 (7)	0,904 (10)

Jeffrey, 1965; Sénateur, 1967) dans lesquels le carbone admet un même type d'environnement; l'analogie s'étend même aux seconds voisins qui sont au nombre de trois (fig. 7 et tabl. III). Les tétrakaï-



FIG. 7. — Entourage des carbone dans Mn_5SiC et Fe_3C .

décaèdres, formés par les 9 atomes, sont liés les uns aux autres par deux faces parallèles à la direction [100], Ils ont en commun 4 atomes de manganèse soit : Mn₂, Mn₃*, Mn₃, Mn₃ ou Mn₃, Mn₃*, Bull. Soc. fr. Minéral. Cristallogr., 1976.

TABLEAU III.

Distances carbone-métal dans Mn_bSiC et Fe₃C (en Å).

A		1" voisins			2ª voisins									
Ö	M		Mı		N	12	٨	As .	N	Λ.	N	19	м	•
\backslash	E S	Mnı	Mng	fø,	Mng	fe,	Mn4	٩ ٩	Mng	fa _k	Mn ₂	f.,	Mng	۴.
ŝ	c	2011			2,000		2017		3 186		2.500		2 315	
ž	¢.		2.088	!	2.002		2 0 9 0		3.073		2 785		2 182	
ۥ ³ C	c			197		204		204		2,86		2,37		2.37

 Mn_4 , Mn_4 (fig. 8). Les distances C-C* pour deux atomes situés dans des prismes consécutifs sont trop grandes pour être des distances de liaison (3,22 Å et 3,00 Å). Ceci est en accord avec les résultats publiés sur les carbures.



FIG. 8. — Environnement tétrakaïdécaédrique des atomes de carbone.

Ainsi, compte tenu de la filiation qui existe entre Mn_sSiC et les phases intermétalliques complexes (Spinat *et al.*, 1975), spécialement celles de Laves du type MgZn₂ (Friauf, 1927), il apparaît nettement que la phase Mn_sSiC joue un rôle capital comme élément charnière entre les composés du type cémentite et les phases intermétalliques complexes.

2. Solutions solides : étude structurale de la substitution.

a) Substitution par le fer.

Préalablement à l'étude du spectre de neutrons, les paramètres cristallins de la solution solide $(Mn_{0,\delta}Fe_{0,\delta})_{\delta}$ SiC ont été affinés à partir des mesures provenant d'un cliché de rayons X de Seeman-Bohlin.

Les résultats sont les suivants : a = 10,108 (I) Å; b = 7,998 (I) Å; c = 7,546 (I) Å; V = 609,3 Å³. Un spectre de diffraction de neutrons a été effectué à température ambiante avec la longueur d'onde $\lambda = 1,140$ A sur une poudre disposée dans un cylindre de vanadium ($\sigma = 8$ mm, $8^{\circ} - 2\theta + 44^{\circ}$, moniteur 200 000 coups), toutes les autres conditions restant identiques par ailleurs à celles utilisées lors du spectre de Mn_sSiC. On a vérifié les règles d'extinction *Cmc2*₁ et exploité les intensités des raies jusqu'à $2\theta - 41^{\circ}$.

Plusieurs affinements effectués sur les coordonnées atomiques avec différents taux d'occupation en fer pour les sites métalliques ont conduit aux positions atomiques suivantes :

X ¥ ۷ 0,125 0.370 Mn₁ 0.360 (Mn,Fe)₂ 0,000 0,397 0,586 (Mn,Fe) 0,000 0,161 0,123 Fe₃ 0,124 0,025 0,448 Fe₄ 0,136 0.180 0.663 Mn₅ 0,150 0,150 0,000 Si 0,247 0,028 0,191 0,000 С 0,160 0,482 C * 0.000 0,175 0.904

avec un facteur final R = 0.10 (B = 0.6 A²) (tabl. IV).

Compte tenu du grand nombre de paramètres à affiner et du peu de données -- 23 raies correspondant à 35 réflexions -- la précision sur les coordonnées atomiques ne dépasse pas 1/100 de maille, malgré la limitation, à chaque affinement, du nombre de paramètres variables.

La présence de fer dans les sites Mn_2 , Mn_2^* , Mn_3 et Mn_4 est certaine. Les sites Mn_3 et Mn_4 sont totalement substitués alors que Mn_2 et Mn_2^* ne le sont que partiellement avec une répartition égale entre eux. Ainsi, lors de la substitution par le fer, on peut envisager le mécanisme suivant : au fur et à mesure de l'augmentation de la teneur en fer de la solution solide $(Mn_{1-z}Fe_z)_s$ SiC, les sites Mn_3 , Mn_4 sont d'abord substitués, puis simultanément Mn_2 , Mn_2^* . Le f:r, dont le rayon atomique est inférieur à celui du manganèse, a donc tendance à occuper successivement les sites dont le nombre de proches voisins est le plus petit : 11 pour Mn_3 et Mn_4 , 12 pour Mn_2 et Mn_4^* .

b) Substitution par le molybdène.

Le processus suivi pour l'étude de $(Mn_{0,01}Mo_{0,00})_{\delta}$ SiC est identique à celui de la solution solide précédente ; seules varient, lors de l'obtention du spectre de neutrons, les conditions expérimentales suivantes :

Paramètres cristallins : a = 10,211 (1) Å ; b = 8,121 (1) Å ; c = 7,656 (1) Å ; V = 634,9 Å³ ; longueur d'onde $\lambda = 1,136$ Å, moniteur 250 000 coups, cylindre en vanadium $\sigma = 10$ mm, $9^{\circ} < 2\theta < 69^{\circ}$, intensités des raies mesurées jusqu'à $2\theta = 42^{\circ}$.

Compte tenu des résultats obtenus par diffraction de rayons X sur la solution solide $(Mn_{0,8}Mo_{0,2})_5$ SiC (Spinat *et al.*, 1970) dans laquelle les atomes de molybdène semblaient se répartir indifféremment dans les sites Mn_1 et Mn_5 , plusieurs affinements ont été effectués ici, sur les coordonnées atomiques de

TABLEAU IV.

Intensités de $(Mn_{0,5}Fe_{0,5})_{\delta}$ SiC (neutrons, T = 300 K).

Lulices	Intensités observées	Intensités calculées
1 1 0	12115	12420
1 1 1	5745	5 970
021	550	670
1 1 2	1790	1950
2 2 0 3 1 0	2250	1820
202	2730	2340
$ \begin{array}{c} 2 & 2 & 1 \\ 3 & 1 & 1 \end{array} $	1740	2260
022	1050	1390 ·
130	600	760
400	120	20 .
131	160	90
4 2 0 0 2 3 1 3 2	1150	1240
4 0 2 } 3 3 0 {	620	570
421	1400	1590
040	310	400
$ \begin{array}{cccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	1770	1360
041	1720	1850
$\left. \begin{array}{c} 5 & 1 & 1 \\ 0 & 0 & 4 \end{array} \right\}$	2990	2550
4 2 2 2 4 0	7840	7380
3 3 2	5120	5110
1 1 4 2 4 1 1 3 3	1930	2190
2 0 4 0 4 2	680	560
423	1880	207 0

 Mn_1 et Mn_s avec une occupation variable en molybdène de ces sites. Les meilleurs résultats correspondent à une répartition égale entre Mn_1 et Mn_s (taux d'occupation = 30 %). Un dernier affinement sur les coordonnées atomiques de Mn_1 , Mn_s , C et C* et le facteur de température général, conduit,

TABLEAU V.

Intensités de $(Mn_{0.94}Mo_{0.06})_5$ SiC (neutrons, T = 300 K).

Indices	Intensités observées	Intensité calcul ées		
110	0	35		
200	0	4		
111	0	80		
020	264	135		
002	176	62		
021	346	345		
112	0	80		
220 310	1890	1920		
202	3793	3837		
221) 311 j	2282	2298		
022	1379	1410		
130	458	457		
400	1920	1950		
131	0	30		
222	188	117		
113	1255	1251		
420 023 132	A220	4184		
402 }	505	494		
330 J 421	358	303		
331] 040 j	50	67		
223 510 313 041	370	392		
511) 004	370	430		
240] 422 j	41	35		
332	0	6		
114 〕 241 ≯ 133 ;	153	215		
042	0	20		
204	Ó	100		
512	0	100		
024	0	30		
60 0	0	20		
241	0	80		
423				
224 314 ≻ 530 313	640	820		
150	٥	60		
531	0	20		
440	•			
043	23	21		

pour 35 raies représentant 54 réflexions à R^{1}_{2} - 0,045 (B = 0,85 Å²) (tabl. V) et aux positions atomiques suivantes :

	Х	Y	Z
(Mn,Mo) ₁	0,124	0,337	0,382
Mn ₂	0,000	0,454	0,677
Mn [*] 2	0,000	0,139	0,186
Mn3	0,126	0,05 0	0,439
Mn ₄	0,121	0,18 0	0,689
(Mn,Mo) ₅	0,163	0,33 6	0,000
Si	0,252	0,078	0,187
С	0,000	0,193	0,486
C*	0,000	0,182	0 ,90 5

Le molybdène se substitue donc dans les sites présentant le plus grand nombre de proches voisins, soit 14 (Spinat *et al.*, 1970).

Ainsi dans la phase Mn_5SiC la substitution d'atomes de manganèse par d'autres atomes de métaux de transition est partiellement ordonnée et dépend du rayon atomique de l'atome substituant. Elle se fait préférentiellement, pour un atome de rayon atomique inférieur à celui du manganèse (Fe), dans les sites possédant le plus petit nombre de proches voisins, et pour les atomes de rayon atomique supérieur à celui du manganèse (Mo) dans les sites présentant le plus grand nombre de proches voisins. Ces résultats sont en accord avec les études déjà réalisées sur les phases intermétalliques complexes (Shocmaker *et al.*, 1965).

IV. – Étude de la structure magnétique par diffraction de neutrons.

Un spectre de diffraction de neutrons a été effectué sur Mn_5SiC à 4,2 K avec la longueur d'onde $\lambda = 1,137_5$ A. Toutes les conditions définies précédemment pour les spectres à température ambiante restent identiques. Le balayage en 2 θ , pour des raisons pratiques, a été limité supérieurement à 29°, Les intensités des raies figurent dans le tableau VI.

La présence d'anomalie magnétique à basse température, signalée sur Mn_sSiC , a conduit à étudier la solution solide $(Mn_{1+x}Mo_x)_sSiC$ qui, pour des teneurs en molybdène inférieures à 10 n_0 , présente des phénomènes plus faciles à interpréter.

Une étude par diffraction de neutrons ($\lambda = 1,140$ Å) parallèle à celle effectuée sur Mn₅SiC a donc été entreprise sur le composé (Mn_{0,91}Mo_{0,06})₅SiC. Les intensités des raies figurent dans le tableau VII.

Les spectres obtenus à 4,2 K font apparaître une contribution magnétique sur des raies nucléaires, et des raies purement magnétiques qui ne peuvent être indexées, ni dans la maille définie précédemment, ni dans une maille multiple admettant des paramètres raisonnables. Ces observations laissent penser que la structure magnétique est d'un abord

Intensités mesurées pour les spectres de neutrons de Mn_sSiC (cryostat, M = 150000).

TABLEAU VII.

Intensités mesurées pour les spectres de neutrons de $(Mn_{0,94}Mo_{0,06})_{\delta}$ SiC (cryostat, M = 180 000).

			(•	
Indices	Intensités T = 300 K	Inter	Indices	Intensités T = 300 K	Intensités T = 4,2 K
110	1184	1331	110	0	0
200	0	8035	200	0	9220
111	689	2182	020	2760	2720
020	754	3929	002	2000	7230
002	0	1994	021	3720	3410
021	4666	11658	112	17400	23500
112 220 5 310	14564	17351	220 × 310 ∫ 202	38160	38810
202	30349	31332	221	22440	24350
221] 311]	15433	17745	022	13520 5600	1 3 2 3 0 5 2 1 0
022	7914	8472	400	18000	23210
130) 400)	24205	35265	131 222	1800	3330
131	1240	2077	113	16100	17260
312 J 113	12625	16721	420 023 132	49500	50500

BIBLIOGRAPHIE

difficile et qu'une solution s'appuyant sur une décomposition du réseau des atomes des métaux de transition en sous-réseaux magnétiques simples, est exclue.

L'interprétation des spectres et la discussion des résultats ont fait l'objet d'un travail (Spinat, 1971) basé sur l'existence de deux réseaux, l'un possédant une structure de spin hélimagnétique dont le vecteur de propagation $\overline{\tau}$ est parallèle à [100], l'autre une structure de spin antiferromagnétique colinéaire, les spins dans ce dernier cas étant situés dans des plans perpendiculaires à la direction 100. Cette solution permet d'expliquer les spectres de neutrons, en particulier les raies satellites, et peut justifier les propriétés magnétiques observées qui sont généralement très complexes dans les composés hélimagnétiques (Herpin, 1968).

BACON, G. E. (1962). - « Neutron Diffraction », Oxford University Press.

- FASISKA, E. J. et JEFFREY, G. A. (1965). Acta Cryst., 19, 463.
- FRIAUF, A. (1927). Phys. Rev., 29, 34.
- HERPIN A. (1968). . Théorie du magnétisme », P. U. F.
- LANDER, G. H., BROWN, P. J. et FORSYTH, J. B. (1967). — Prec. Phys. Soc., vol. 91, 332. MERIEL, P., ROCHE, F. et RABOT, C. (1963). —
- C. E. A. Service de calcul électronique (Saclay). Rapport nº 161.
- ROCHE, F. et MERIEL, P., (1959). Bull. Soc. fr. Minéral. Cristallogr., 82, 273.
- SÉNATEUR, J. P. (1967). Ann. Chim., 2, 103.
- Sénateur, J. P., Spinat, P. et Fruchart, R. (1965).

Il est à noter que l'hypothèse d'une telle structure magnétique ne fait que rejoindre, dans ce type de composé, celle proposéc pour le siliciure de manganèse Mn_sSi₃ (Lander et al., 1967).

Ce travail a été réalisé en étroite collaboration avec le laboratoire de M. Fruchart du Centre d'Études de Chimie métallurgique C. N. R. S. Vitry, et le Service de Physique du Solide et de Résonance magnétique du C. E. N. Saclay. Nous remercions bien sincèrement M. P. Mériel pour l'aide qu'il nous a apportée.

> Reçu le 21 novembre 1975. Accepté le 27 février 1976.

- Colloque international du C. N. R. S. Orsay, 127.

- SHOEMAKER, C. B., SHOEMACKER, D. P. et Mellor, J. (1965). — Acta Cryst., 18, 37.
- SPINAT, P. (1971). Thèse doctorat d'État, Université de Paris VI.
- SPINAT, P., FRUCHART, R., KABBANI, M. et HERPIN, P. (1970) — Bull. Soc. fr. Minéral. Cristallogr., 93, 171.
- SPINAT, P., SÉNATEUR, J. P., FRUCHART, R. et HERPIN, P. (1972). - C. R. Acad. Sci., Paris, 274, 1159.
- SPINAT, P., BROUTY, C., WHULER, A. et HERPIN, P. (1975). -- Acta Cryst., B 31, 541.
- SWANSON, H. E. et FUYAT, R. K. (1953). N. B. S. Circular 539, Col. II, 6.