PACS: 61.50.Ks

## В.М. Рыжковский, В.И. Митюк

## ВЛИЯНИЕ ТЕРМОБАРИЧЕСКОЙ ОБРАБОТКИ НА СТРУКТУРНОЕ СОСТОЯНИЕ ИНТЕРМЕТАЛЛИЧЕСКОГО СОЕДИНЕНИЯ CuMnSb

Объединенный институт физики твердого тела и полупроводников НАН Беларуси ул. П. Бровки, 19, г. Минск, 220072, Беларусь

Исследовано влияние термобарической обработки (P=7 GPa, T=1900 K) на структурное состояние интерметаллического соединения CuMnSb. Показано, что P-T-обработка приводит к реализации многофазного состояния. Фазы высокого давления являются метастабильными при комнатной температуре и разрушаются при нагревании (>600 K).

Исследование материалов различных классов в условиях воздействия высоких давлений вызывает повышенный научный и практический интерес, так как позволяет реализовать их новые структурные и магнитные состояния. В частности, в последнее время с развитием техники высоких давлений активно начали применяться в физике и химии твердого тела как термобарический синтез новых материалов, так и термобарическая обработка известных с целью приобретения ими новых особенностей физических свойств. Примером этому могут служить работы по влиянию термобарических воздействий на марганецсодержащие антимониды [1,2].

В настоящей работе приводятся результаты исследования влияния термобарической обработки на структурное состояние интерметаллического соединения MnCuSb. Известно [3], что несмотря на изоструктурность и кристаллохимическую близость крайних соединений Cu<sub>2</sub>Sb и Mn<sub>2</sub>Sb (тетрагональная структура типа Cu<sub>2</sub>Sb, пространственная группа *P4/nmm*), в системе не образуются непрерывные изоструктурные твердые растворы Mn<sub>2-x</sub>Cu<sub>x</sub>Sb (взаимная растворимость ограничена со стороны как Mn<sub>2</sub>Sb, так и Cu<sub>2</sub>Sb в 10–15%). Однако при этом в системе образуется соединение эквиатомного состава CuMnSb с кубической структурой (пространственная группа *F4-3m*) [4], что препятствует изоструктурной растворимости в ряду Mn<sub>2</sub>Sb–Cu<sub>2</sub>Sb. Здесь целесообразно рассматривать две подсистемы (Mn<sub>2</sub>Sb–CuMnSb и CuMnSb–Cu<sub>2</sub>Sb), кристаллические структуры крайних компонентов в которых различны. В этой связи воздействие термобарической обработки на сплавы представляет интерес как с точки зрения возможной перестройки их

кристаллической структуры, так и расширения области изоструктурной вза-имной растворимости.

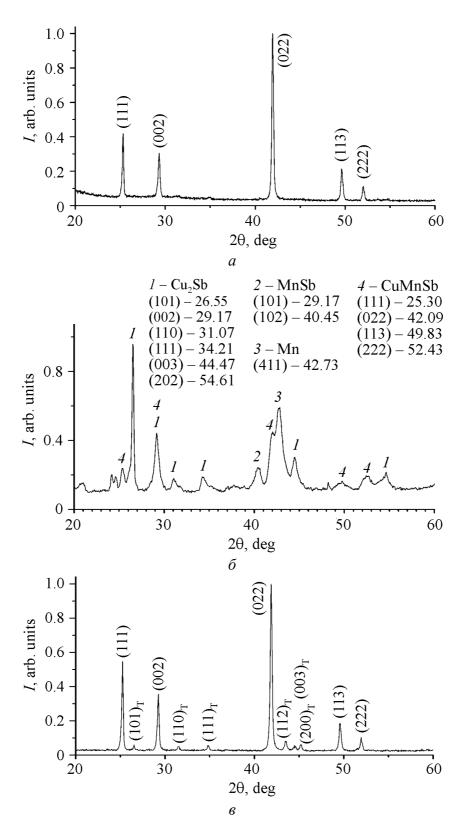
Исходные образцы сплавов получены методом прямого сплавления взятых в необходимых расчетных количествах компонентов в вакуумированных до остаточного давления  $\approx 10^{-2}$  Ра кварцевых ампулах по технологии, апробированной ранее [3].

Термобарическую обработку проводили с использованием оборудования и методик, разработанных в ОИФТТП НАНБ. Для создания высокого давления применяли пресс ДО-137А. Термобарический синтез осуществляли с использованием контейнеров из литографского камня и графитовых нагревательных элементов в камере высокого давления с водяным охлаждением для обеспечения возможности закалки образцов, позволяющей получать давления до 10 GPa и температуры до 2300 К. Температуру внутри нагревательного элемента определяли по градуировочной кривой, построенной по точкам плавления никеля, платины, родия, молибдена и тантала, для которых известны кривые плавления как функции давления. Исходные образцы подвергали воздействию высокого (7 GPa) давления при температуре 1900 К в течение 5 min с последующей закалкой в камере.

Рентгеновские дифракционные данные получены при комнатной температуре и нормальном давлении на порошковом автоматизированном дифрактометре ДРОН-3 с использованием Си  $K_{\alpha}$ -излучения, монохроматизированного плоским графитовым монохроматором на падающем пучке, в интервале углов  $2\theta = 20$ – $90^{\circ}$  с шагом  $0.01^{\circ}$  и экспозицией 3 s.

Рентгенографическая аттестация образцов показала, что соединение CuMnSb, полученное при нормальных условиях, описывается в рамках кубической структуры (пространственная группа F4-3m) с параметром решетки a=6.095 Å (рис. 1,a).

Термобарическая обработка при указанных выше условиях кардинально изменяет структурное состояние соединения. Рентгенографические данные (рис. 1,б) свидетельствуют о том, что происходит распад исходной кубической фазы, в результате чего реализуется многофазное состояние. Фазы высокого давления удовлетворительно описываются как Cu<sub>2</sub>Sb, MnSb, Mn. Формально процесс распада может быть представлен:  $2CuMnSb \rightarrow Cu_2Sb + MnSb +$ + Мп, при этом на рентгенограмме присутствуют сравнительно небольшие рефлексы исходной кубической фазы, которые мы связываем с незавершенностью процесса ее распада по причине недостаточного времени термобарической обработки. Многофазное структурное состояние является метастабильным при комнатной температуре. Последующий нагрев образца приводит при T > 550 K к разрушению метастабильных фаз и возврату к исходной кубической кристаллической структуре (рис. 1,в). Распад при внешних воздействиях (давление, температура) соединения CuMnSb с кубической структурой на многофазное образование есть проявление его химической неустойчивости, что, с другой стороны, косвенно свидетельствует о его ограничивающей роли при реализации взаимной растворимости в ряду Mn<sub>2</sub>Sb-Cu<sub>2</sub>Sb.



**Рис. 1.** Рентгенограммы соединения CuMnSb для образцов: a — полученного при нормальных условиях;  $\delta$  — после термобарической обработки;  $\epsilon$  — отожженного при 650 K после термобарической обработки

По данным [4], исходное соединение CuMnSb с кубической структурой представляет собой антиферромагнетик с  $T_{\rm N}=55$  K. Однако при повышении температуры до 850 K в этом соединении отмечается появление и количественное увеличение примесной ферромагнитной никель-арсенидной фазы типа MnSb ( $\epsilon$ -фаза), что фиксируется на рентгенограммах. За счет этой фазы соответствующие образцы имеют остаточную намагниченность 7–12 Gs·cm $^3$ ·g $^{-1}$  при 100 K. Следует отметить, что появление в сплавах на основе антимонида Mn<sub>2</sub>Sb дополнительной  $\epsilon$ -фазы и ее количественное перераспределение в зависимости от температуры установлено ранее в [5]. Был сделан вывод, что такой характер кристаллохимического поведения в качественном плане является общим для всех пниктидов Mn<sub>2</sub>(A)Sb, где A – 3*d*-элементы. Выявленные температурные изменения состава соединения CuMnSb соответствуют таким представлениям.

Работа поддержана Белорусским республиканским фондом фундаментальных исследований (проект Ф05К-052).

- 1. В.С. Гончаров, В.М. Рыжковский, Неорган. материалы 41, № 5, 1 (2005).
- 2. В.М. Рыжковский, В.С. Гончаров, С.Е. Кичанов, Д.П. Козленко, Б.Н. Савенко, Материалы межд. конф. «Актуальные проблемы физики твердого тела» (ФТТ-2005), 1, 120 (2005).
- 3. *В.М. Рыжковский, Н.Д. Жигадло, З.Л. Ерофеенко*, Весці АН БССР. Сер. физ.мат. навук № 2, 79 (1988).
- 4. K. Endo, J. Phys. Soc. Jpn. 29, 643 (1970).
- 5. V.M. Ryzhkovskii, N.D. Zhigadlo, I.L. Pashkovskii, Cryst. Res. Technol. 25, 165 (1990).

V.M. Ryzhkovskii, V.I. Mitiuk

## TEMPERATURE AND PRESSURE INFLUENCE ON THE STRUCTURE OF CuMnSb INTERMETALLIC COMPOUND

The thermobaric treatment (P=7 GPa, T=1900 K) influence on the structure of CuMnSb intermetallic compound has been investigated. It was shown that P-T-processing leads to realization of a multiphase state. The high-pressure phases are metastable at room temperature and fail at 600 K.

**Fig. 1.** X-ray diffractogram of CuMnSb compound for samples: a – obtained at normal conditions;  $\delta$  – after thermobaric processing;  $\epsilon$  – annealed at 650 K after thermobaric processing