

М.М. Клим, С.І. Мудрий, І.І. Штаблавий  
**Структура сплавів системи мідь-марганець**

*Львівський національний університет ім. Івана Франка,  
вул. Кирила і Мефодія, 8а, м. Львів, 79005, Україна  
E-mail: shtihor@rambler.ru*

Рентгенографічним методом досліджена структура ближнього порядку розплавів Cu-Mn в концентраційному інтервалі 5÷70 ат % Mn. Проаналізовано структурні фактори і функції радіального розподілу з використанням структурних моделей. Структурний стан збагачених міддю розплавів Cu-Mn визначається самоасоційованими угрупованнями атомів компонент системи. В розплавах з вмістом 5; 10 і 36,5 ат % Mn формується атомарний розчин, для якого характерне заміщення атомів міді атомами марганцю.

**Ключові слова:** ближній порядок, структурний фактор, функція радіального розподілу.

*Стаття поступила до редакції 07.02.2004; прийнята до друку 19.05.2004.*

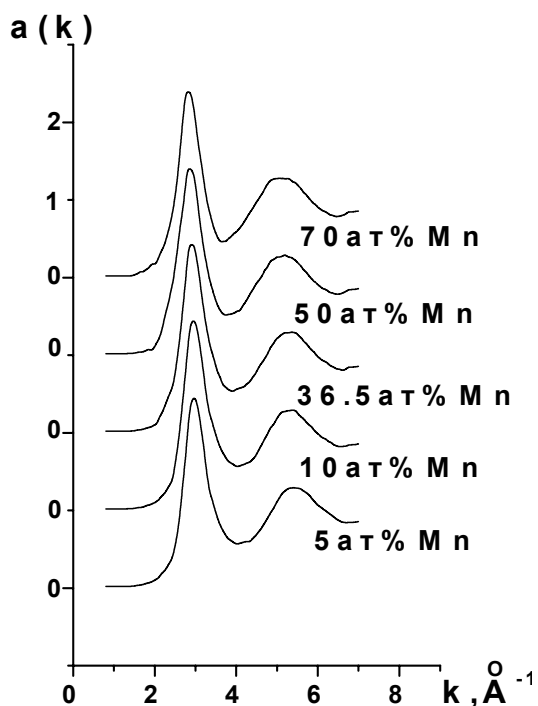
Мідь і марганець є представниками ряду 3d-перехідних елементів і характеризуються повністю заповненою 3d-оболонкою. Кристалічна структура марганцю описується ОЦК-граткою, а структура міді є щільноупакованою на основі ГЦК-гратки. Головний максимум структурних факторів (СФ) рідких Cu і Mn є симетричний і за формою подібний до першого максимуму СФ рідких щільноупакованих металів. На кривій структурного фактора  $a(k)$  перший максимум рідкої міді розміщений при  $k_1 = 3,00 \text{ \AA}^{-1}$ , а рідкого Mn при  $2,83 \text{ \AA}^{-1}$ . Положення другого максимуму СФ марганцю зміщене в малокутову область ( $5,19 \text{ \AA}^{-1}$ ) у порівнянні із значенням  $k_2 = 5,46 \text{ \AA}^{-1}$ , що відповідає положенню другого максимуму кривої  $a(k)$  міді при температурі 1423 К. Відношення  $k_2/k_1$  для рідких Cu і Mn відповідно дорівнюють 1,82 і 1,83. Незначні відмінності мають також значення параметрів ближнього порядку рідких міді та марганцю, які обчислені за функціями радіального розподілу атомів (ФРРА). Середні міжатомні віддалі  $r_1(\text{Cu}) = 2,57 \text{ \AA}$  і  $r_1(\text{Mn}) = 2,67 \text{ \AA}$ , а координаційні числа  $Z(\text{Cu}) = 11,3$  і  $Z(\text{Mn}) = 10,9$ . Структура ближнього порядку рідких Cu і Mn добре описується моделлю рідини твердих кульок із значенням коефіцієнта упаковки  $\eta = 0,468$  [1]. Обчислене в рамках цієї моделі координаційне число ( $Z_{\text{теор}} = 10,5$ ) близьке до експериментальних значень  $Z$  рідких міді та марганцю.

Подібність структури і фізичних властивостей марганцю і міді відображує фазова діаграма стану подвійної системи мідь-марганець [2]. Лінії ліквідус і солідус розміщені близько одна одній і утворюють мінімум, якому відповідає сплав з вмістом  $\approx 37$  ат.% Mn при температурі 1143 К. Таким чином, діаграма стану системи Cu-Mn поєднує особливості двох типів

діаграм: евтектик і систем з неперервним рядом твердих розчинів.

Методом високотемпературної рентгенівської дифрактометрії досліджена структура ближнього порядку розплавів Cu-Mn з вмістом 5; 10; 36,5; 50; і 70 ат.% Mn при температурах, які на 5 К вищі за лінію ліквідус. За кривими інтенсивності когерентного розсіяння досліджуваними розплавами, які отримані в мідному  $K_\alpha$  випромінюванні, побудовані структурні фактори (рис.). СФ розплаву Cu-Mn (5 ат.% Mn) за загальним виглядом, профілем основного інтерференційного максимуму та його положенням є близький до структурного фактора чистої міді. Головний максимум кривої  $a(k)$  розміщений при  $2,97 \text{ \AA}^{-1}$ , тобто незначно зсунутий в бік значення  $k_1$  чистого марганцю. Додавання марганцю до 10,0 ат.% призводить до подальшого зміщення положення першого максимуму СФ в малокутову область і збільшення його півширини. Одночасно зміщується в сторону малих значень  $k$  положення другого максимуму кривої  $a(k)$ . З аналізу структурних факторів випливає, що структурні зміни в ближній координації атомів не впливають на топологію ближнього порядку, а лише призводять до формування середньостатистичного атомного розчину, для якого характерне заміщення атомів міді атомами марганцю.

В розплавах з вмістом 36,5 і 50 ат.% Mn пологість лівої вітки головного максимуму СФ, яка властива першому максимуму кривої  $a(k)$  рідкої міді, проявляється в меншій мірі. Положення головного і другого максимумів структурного фактора наближаються до значень  $k_1$  і  $k_2$ , при яких фіксуються максимуми кривої СФ рідкого марганцю. Ближній порядок таких розплавів при температурах



**Рис.** Структурні фактори розплавів мідь-марганець при температурах  $T_{пл.}+5$  К.

$T_{пл.}+5$  К трансформується за типом характерним розплавленому марганцю.

Головний максимум структурного фактора розплаву з концентрацією 70 ат.% Мп розміщений при  $k_1 = 2,85 \text{ \AA}^{-1}$ , а другий максимум при  $k_2 = 5,15 \text{ \AA}^{-1}$  є значно розмитий у порівнянні з таким максимумом кривої  $a(k)$  інших досліджуваних рідких сплавів Cu-Mn. Для розплавів з 36,5, 50 і 70 ат.% Мп відхилення  $k_1$  від значень, які передбачає адитивна залежність, є від'ємною і дорівнює  $-\Delta k = 0,03 \text{ \AA}^{-1}$ . Для рідких сплавів з вмістом 5 і 10 ат.% Мп аналогічна різниця є дещо меншою. Такі особливості структурного фактора розплавів Cu-Mn з різним вмістом атомів Мп зумовлені характером структурної кореляції в ближній координації атомів.

Додаткова інформація про ближній порядок розплавів Cu-Mn отримувалась шляхом аналізу функцій радіального розподілу атомів, які розраховувались Фур'є-перетворенням експериментальних структурних факторів. Найбільш імовірна міжатомна віддаль  $r_1$  при додаванні атомів марганцю

до міді зростає від  $2,60 \text{ \AA}$  до  $2,66 \text{ \AA}$ . Максимальне значення  $r_1$  є майже таким як найближча міжатомна віддаль чистого марганцю. Така віддаль встановлюється між атомами в розплаві Cu-Mn еквіатомного складу та в рідкому сплаві з вмістом 70 ат.% Мп. Зростання радіуса першої координаційної сфери в збагачених марганцем розплавах Cu-Mn зумовлене сегрегацією атомів компонент системи в окремі структурні одиниці, поряд з якими існують мікрогрупування з іншим характером атомного розподілу.

Для підтвердження висновку про мікронеоднорідну будову рідких сплавів Cu-Mn, яка призводить відхилення структурного стану розплавів від структури середньостатистичного атомного розчину, проводилась модельна інтерпретація ФРРА. В рамках моделі з „квазіевтектичним” розподілом мікрообластей на основі чистих компонент системи та структурної моделі рідини з статистичним розподілом атомів Cu і Мп обчислена площа під першим координаційним максимумом ФРРА. Результати модельного аналізу та параметри експериментальних СФ і ФРРА наведені в табл.

Модельні значення площ  $Z_{евт.}$  і  $Z_{ст.}$  є близькими, що зумовлено незначною різницею в розсіюючих здатностях компонент системи. З результатів модельного аналізу випливає, що ближній порядок розплавів Cu-Mn не має однієї тенденції відхилення від ідеального термодинамічного стану. Однак з врахуванням особливостей структурних факторів, профілю та положень їх максимумів можна стверджувати, що в розплавах Cu-Mn збагачених міддю найбільш імовірним є середньостатистичний розподіл атомів Cu і Мп, а в розплавах, в яких переважає вміст марганцю, можуть утворюватися „квазіевтектичні” угруповання атомів компонент системи. Утворення самоасоційованих мікрообластей типу Cu-Mn зумовлене особливостями електронної будови марганцю, внаслідок чого заповнені його 3d-оболонки намагаються мінімізувати свій енергетичний стан шляхом формування ковалентного характеру хімічного зв'язку

Результати структурних досліджень розплавів мідь-марганець узгоджуються з експериментальними даними вимірювання теплот змішування [3]. Ця величина є від'ємною в інтервалі 0-25 ат.% Мп, а при інших концентраціях стає додатною. Абсолютні

**Таблиця**

Результати модельного аналізу та параметри експериментальних СФ і ФРРА

ат.% Мп	T, К	$k_1, \text{ \AA}^{-1}$	$\Delta k_1, \text{ \AA}^{-1}$	$R_1, \text{ \AA}$	$r_2, \text{ \AA}$	$Z_{евт.}$	$Z_{ст.}$
5	1355	2,97	-0,01	2,58	11,2	10,9	11,3
10	1185	2,96	-0,02	2,60	11,1	10,8	11,2
36,5	1153	2,90	-0,03	2,64	11,0	10,7	11,0
50	1295	2,86	-0,03	2,65	11,0	10,6	10,9
70	1295	2,85	-0,03	2,66	10,8	10,5	10,7

значення ентальпії змішування є невеликими, що вказує на незначне відхилення розплавів Cu-Mn від атомарних розчинів.

- [1] Е.Л. Харьков, В.И. Лысов, В.Е. Федоров. *Физика жидких металлов*. Вища школа, К. 248 с. (1979).
- [2] *Binary alloy phase diagrams*. / Ed by T. Massalsky. Amer. Soc. for Metals. Metals Park, Ohio, **1,2**, 2233 p. (1988).
- [3] М.А. Турчанин, В.А. Кохан, С.В. Порохня. Калориметрическое исследование термодинамических свойств жидких сплавов медь-марганец // *Расплавы*, (2), сс. 17-18 (1994).

М.М. Klym, S.I. Mudry, I.I. Shtablayvi

### **Structure of Cu-Mn Alloys**

*Ivan Franko Lviv National University,  
8a, Kyryla and Mefodiya Str., Lviv, 79005, Ukraine  
E-mail: [shthor@rambler.ru](mailto:shthor@rambler.ru)*

Structure of Cu-Mn liquid alloys within concentration range 5-70 at % Mn has been studied by means of X-ray diffraction method. Structure factors and pair correlation functions are analyzed. It was found that structural state of Cu-enriched melts is characterized by self-associated atomic distribution. Random atomic distribution occurs in liquid alloys, containing 5;10 and 36.5 at % of Mn.