

ИЗМЕНЕНИЕ СОСТАВА И СПОНТАННОЕ ДИСПЕРГИРОВАНИЕ СУПЕРИОННОГО $Cu_{2-x}Se$ ПРИ ОКИСЛЕНИИ И ВОССТАНОВЛЕНИИ ОБРАЗЦОВ

М.А. К о р ж у е в, Е.А. О б р а з ц о в а

Нестехиометрический селенид меди $Cu_{2-x}Se$ ($x=10^{-4}-0.3$) является суперионным проводником (температура суперионного перехода $T_c=291-413$ К), обладающим смешанной электронной (по „дыркам“) и ионной (по меди) проводимостью ($\sigma_p/\sigma_i > 10^2$) [1].

Сплавы на основе $Cu_{2-x}Se$ используются для изготовления р-ветви среднетемпературных термозлементов [1].

Ранее отмечали неустойчивость состава (x) и повышенную химическую активность суперионного $Cu_{2-x}Se$, связанную с наличием подвижной меди в образцах [2].

Так, например, подвижная медь может легко экстрагироваться из $Cu_{2-x}Se$ при сжатии [3], окислении [2, 4, 5], травлении и электротравлении образцов [6], что ведет к деградации термоэлектрических характеристик материала.

В настоящей работе исследованы эффекты изменения состава (x) и электрофизических свойств $Cu_{2-x}Se$ при взаимодействии с кислородом и водородом, получаемых при электролизе воды в электрохимических ячейках $Cu_{2-x}Se/H_2O/C$, где C – инертный электрод (нержавеющая сталь).

Обнаружен эффект спонтанного диспергирования образцов $Cu_{2-x}Se$ при взаимодействии с водородом.

Для опытов использовали металлокерамические образцы $Cu_{2-x}Se$ ($x=0.01-0.23$) со средним размером кристаллического зерна 100 мкм, имевшие форму пластин площадью $S \sim 1$ см², толщиной $z \sim 1$ мм и обеспечивающие быстрое выравнивание состава по толщине (соответствующая постоянная времени диффузии $\tau = z^2/\pi^2 D \sim \sim 10^2$ с, где $D \sim 10^{-5}$ см²/с – коэффициент химической диффузии подвижной меди ($T=300$ К) [7]).

Термоэдс α^{300} К измеряли микрозондом с точностью $\sim 5\%$, массу образца определяли с погрешностью $5 \cdot 10^{-5}$ г.

Время электролиза составляло 10 мин, рабочее напряжение $U=2-10$ В $> U_p$ (здесь $U_p=1.23$ В – потенциал разложения воды), pH использованной воды – 6.

При подключении образца $Cu_{2-x}Se$ к аноду (+) наблюдали выделение водорода на инертном электроде и кислорода на образце, последний при этом окислялся (рис. 1).

В процессе окисления происходил рост толщины окисной пленки на образце, термоэдс α^{300} К уменьшалась, что указывало на экстракцию подвижной меди кислородом из слитка в окисную пленку.

Рис. 1. Использованная электрохимическая ячейка. 1 - нержавеющая сталь; 2 - образец $Cu_{2-x}Se$; 3 - H_2O ; 4 - O_2 ; 5 - H_2 ; 6 - коллоидная медь; 7 - частицы $Cu_{2-x}Se$ (режим восстановления).

Аналогичный эффект наблюдали ранее при свободном окислении $Cu_{2-x}Se$ кислородом воздуха [2, 4].

Однако, в отличие от [2, 4], электрохимическое окисление $Cu_{2-x}Se$ происходило приблизительно в 10^5 раз быстрее ($T=300$ K), вело к большему изменению состава матрицы сплава ($x=0.002 \rightarrow 0.17$ вместо $x=0.01 \rightarrow 0.05$ по [2, 4]) и сопровождалось уменьшением массы образца ($\Delta m/m < 0$) (кривые 6, 7, рис. 2).

Последний эффект, видимо, связан с образованием в процессе реакции не только окислов Cu_2O и CuO на образце (при этом $\Delta m/m > 0$ [4]), но и растворимого в воде окисла SeO_2 , образующегося при свободном окислении материала кислородом воздуха только при высокой температуре [9].

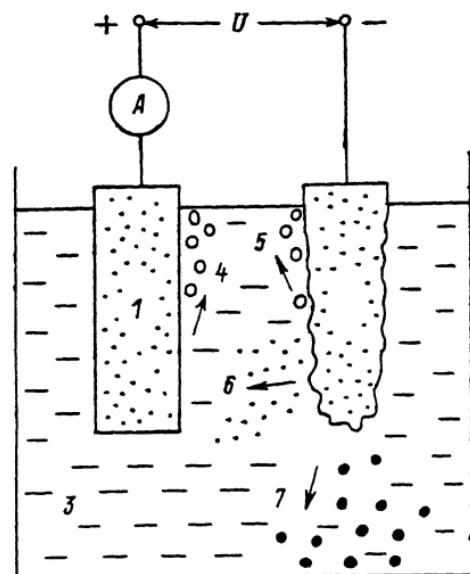
Интенсификация процессов окисления $Cu_{2-x}Se$ в ячейке $Cu_{2-x}Se/H_2O/C$ связана с внешними электрическими полями, действующими на фазовой границе $Cu_{2-x}Se/H_2O$ и стимулирующими соответствующие химические реакции.

При изменении полярности напряжения наблюдали выделение кислорода на инертном электроде и водорода на образце $Cu_{2-x}Se$ (рис. 1).

Взаимодействие $Cu_{2-x}Se$ с водородом сопровождалось рядом эффектов. В процессе электролиза наблюдали спонтанное (без приложений внешних механических напряжений) диспергирование образцов $Cu_{2-x}Se$ ($x=0.02$ и 0.23) на частицы размером 10–100 мкм состава $x=0.23 \pm 0.02$ и 0.28 ± 0.02 , которые оседали на дно ячейки (7, рис. 1), при этом масса образцов соответственно уменьшалась (кривая 8, рис. 2).

При диспергировании образца с $x=0.02$ вода в ячейки приобретала желто-зеленый оттенок за счет появления в ней частиц коллоидной меди размером 1–6 мкм (6, рис. 1), хотя в исходном состоянии соответствующий сплав не содержал меди в виде отдельной фазы [1–3].

Состав оставшейся части образцов $Cu_{2-x}Se$ ($x=0.02$ и 0.23) изменялся в сторону большего содержания меди ($x=0.02 \rightarrow 0.001$,



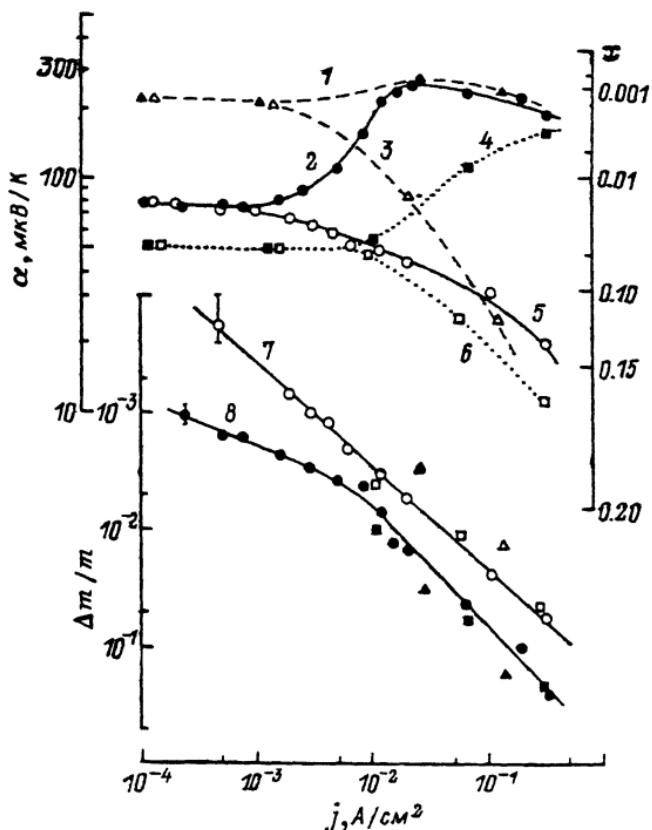


Рис. 2. Изменение термоэдс $\alpha^{300 \text{ К}}$ (1-6) и массы $\Delta m/m$ (7, 8) образцов $Cu_{1.98}Se$ (2,5; 7,8), $Cu_{0.660}Sb_{0.003}Se_{0.337}$ (4,5) и $Cu_{0.623}In_{0.013}Sb_{0.013}Se_{0.351}$ (1,3) в зависимости от плотности тока электролиза j при окислении (3, 5, 6, 7) и восстановлении (1, 2, 4, 8) в течение 10 мин.

$x=0.23 \rightarrow 0.12$), соответственно термоэдс $\alpha^{300 \text{ К}}$ образцов увеличивалась (кривая 2, рис. 2).

При увеличении тока электролиза $j > 0.01 \text{ А/см}^2$ скорость указанных процессов существенно возрастила (кривые 2, 8, рис. 2).

Полученные результаты можно объяснить следующим образом. В процессе электролиза на поверхности $Cu_{2-x}Se$ происходит катодная реакция $2H^{1+} + 2e \rightarrow H_2(g)$, стимулируемая электрическим полем E , направленным в глубь образца.

Под действием указанного электрического поля E подвижная медь диффундирует от фазовой границы $Cu_{2-x}Se/H_2O$ к центру образца, при этом содержание селена на поверхности образца увеличивается, а в центре образца уменьшается.

Величина электродиффузационного эффекта в $Cu_{1.98}Se$ при $T=300 \text{ К}$ составляет $\Delta x/\Delta F = 0.12 \text{ В}^{-1} \cdot \text{см}$ [10], что для наблюдаемого изменения состава $\Delta x = 0.21$ и диффузионной длины $\Delta l \sim$

$\sim 10^{-2}$ см дает оценку величины падения напряжения вблизи поверхности образца $\Delta U \sim 0.02$ В и соответствующего электрического поля $E \sim 2$ В/см.

Столь большие электрические поля E создают сильное локальное пересыщение твердого раствора медью, так что последняя в процессе диффузии в глубь образца частично осаждается по границам кристаллических зерен. Именно эти дисперсные выделения меди обнаруживаются в виде коллоидных частиц в процессе диспергирования образца $Cu_{1.98}Se^1$.

Эффект диспергирования образцов $Cu_{2-x}Se$ мы связываем с диффузией и выделением водорода по границам приповерхностных кристаллических зерен, где создаются большие механические напряжения, приводящие к разрушению материала. Предлагаемый механизм подобен известному механизму „водородной“ хрупкости металлов и связан с высокой скоростью диффузии водорода по границам кристаллических зерен ($D \sim 10^{-5}$ см²/с) [11].

В случае $Cu_{2-x}Se$ эффекту диспергирования способствуют также локальные механические напряжения на межзеренных границах, вызванные дисперсными выделениями меди и изменением параметра решетки соединения при изменении состава приповерхностных зерен ($d(\Delta\alpha/\alpha)/dx \approx -0.06$ [10]).

Диспергирование лишает образец приповерхностных областей, обедненных медью, в результате содержание меди в оставшейся части образца увеличивается. Конкуренция процессов диспергирования и диффузии меди в глубь образца объясняет уменьшение эффекта изменения состава материала в области больших токов (кривая 2, рис. 2).

Во всех случаях изменение состава образцов $Cu_{2-x}Se$ сопровождалось эффектом диспергирования, что указывало на отсутствие заметного прямого вытеснения меди из твердого раствора водородом путем проникновения его в кристаллическую решетку материала, а также химической реакции с образованием H_2Se .

Введение в сплавы электроактивных легирующих добавок, замедляющих окисление $Cu_{2-x}Se$ [5], уменьшало эффект потери массы образцом при его взаимодействии с кислородом (кривые 3, 5, рис. 2), и несколько увеличивало скорость диспергирования материала (кривые 1, 4).

Эффект спонтанного диспергирования образцов $Cu_{2-x}Se$, обнаруженный в настоящей работе, по нашему мнению, является разновидностью известного эффекта Ребиндера – облегчения разрушения кристаллов поверхностью – активными веществами [12], и родственен эффекту водородного разрушения металлов [13].

Эффект, по-видимому, может наблюдаться и в других материалах, его можно использовать для диспергирования образцов.

¹ Небольшое количество меди может получаться также при восстановлении водородом окисной пленки на образце.

Список литературы

- [1] Горбачев В.В. Полупроводниковые соединения А₂B₃. М.: Металлургия, 1980. 132 с.
- [2] Абрикосов Н.Х., Коржуев М.А., Банкина В.Ф., Кузнецова И.В. // ЖТФ. 1987. Т. 57. № 7. С. 1406–1409.
- [3] Коржуев М.А., Абрикосов Н.Х., Кузнецова И.В. // Письма в ЖТФ. 1987. Т. 13. № 1. С. 9–13.
- [4] Инглизян П.Н., Йорга Е.В., Кунчуклия Э.Д. и др. // Изв. АН СССР. Неорган. матер. 1984. Т. 20. № 8. С. 1276–1279.
- [5] Коржуев М.А., Банкина В.Ф., Абрикосов Н.Х. // ФХОМ. 1988. № 3. С. 106–111.
- [6] Коржуев М.А. // ФХОМ. 1989. № 1. С. 92–95.
- [7] Коржуев М.А. // ФТТ. 1989. Т. 31. № 10. С. 25–32.
- [8] Дамаскин Б.Б., Петрий О.А. Электрохимия. М.: Высшая школа, 1987. 296 с.
- [9] Мархолия Т.П., Пахомовская Н.С., Шевелева Т.Ф. // Изв. АН СССР. Неорган. матер. 1984. Т. 20. № 8. С. 1280–1284.
- [10] Коржуев М.А. // ФТТ. 1988. Т. 30. № 3. С. 690–695.
- [11] Гельд П.В., Рябов Р.А. Водород в металлах и сплавах. М.: Металлургия, 1974. 272 с.
- [12] Майер К. Физико-химическая кристаллография. М.: Металлургия, 1972. 480 с.
- [13] Гаркунов Д.Н. Триботехника. М.: Машиностроение, 1989. 328 с.

Институт металлургии
им. А.А. Байкова

Поступило в Редакцию
30 ноября 1989 г.