03

Механизм переноса заряда в интеркалированных соединениях Cu_x HfSe₂

© В.Г. Плещев¹, Н.В. Баранов^{1,2}, Н.В. Мельникова¹, Н.В. Селезнева¹

¹ Уральский федеральный университет им. Б.Н. Ельцина, Екатеринбург, Россия ² Институт физики металлов УрО РАН, Екатеринбург, Россия E-mail: Valery.Pleschov@usu.ru

(Поступила в Редакцию 11 января 2012 г.)

Впервые на интеркалированных образцах $Cu_x HfSe_2$ ($0 \le x \le 0.18$) наряду с измерениями электросопротивления на постоянном токе проведены измерения на переменном токе с использованием методики импедансной спектроскопии. Полученные результаты указывают, что перенос заряда в соединениях $Cu_x HfSe_2$ происходит по прыжковому механизму. Обнаружено, что увеличение содержания меди в образцах приводит к ускорению релаксационных процессов. Проводимость на переменном токе испытывает частотную дисперсию, которая описывается универсальным динамическим откликом.

Работа выполнена при финансовой поддержке РФФИ (проект № 12-02-00778-а).

1. Введение

Диселенид гафния относится к большому классу дихалькогенидов переходных (T) элементов IV и V групп Периодической таблицы TX_2 (X = S, Se, Te), обладающих слоистой кристаллической структурой типа CdI2 и проявляющих разнообразие физических свойств. Среди дихалькогенидов TX₂ имеются соединения с различным типом проводимости, в них наблюдаются состояния с волной зарядовой плотности и переходы в сверхпроводящее состояние, а также переходы типа металл-изолятор. Наличие слабой ван-дер-ваальсовой связи между Х-Т-Х трехслойными блоками позволяет внедрять в межслоевое пространство атомы других элементов. Структура и физические свойства интеркалированных соединений $M_x T X_2$ после внедрения (интеркаляции) атомов М могут значительно отличаться от исходных соединений. Эти различия зависят как от сорта внедряемых атомов, так и от типа соединения-матрицы. [1]. Большая часть исследований данного класса соединений проведена на интеркалированных диалькогенидах титана. В отличие от соединения TiSe2, которое из-за очень маленького перекрытия валентной зоны и зоны проводимости (~ 5 meV) [2] относят к полуметаллам, в электронном спектре соединения HfSe₂ существует непрямая энергетическая щель 1.13-1.33 eV [3,4]. Различия в электронной структуре этих двух соединений приводят к тому, что состояние с волной зарядовой плотности в диселениде гафния не наблюдается, а проводимость HfSe₂ носит полупроводниковый характер. Как было показано при исследовании квазибинарной системы Ti_{1-x}HfSe₂, при увеличении содержания гафния электросопротивление резко возрастает, а температура фазового перехода снижается [5].

Физические свойства диселенида гафния, интеркалированного переходными металлами, практически не изучены. При исследовании интеркалированных диселенидов титана M_x TiSe₂ было установлено, что внедрение атомов 3*d*-металлов до x = 0.25 приводит в большинстве случаев (за исключением Mn и Cu) к уменьшению среднего межслоевого расстояния в отличие от соединений на основе дисульфида титана, в которых интеркаляция 3*d*-атомов разного сорта сопровождается расширением решетки не только в плоскости слоев, но и в перпендикулярном направлении. Такое различие объясняется увеличением степени ковалентности связей, образуемых внедренными атомами с решеткой, при увеличении атомного номера халькогена в ряду соединений $M_x \text{Ti} X_2$ [6-8]. При интеркаляции в структуру соединений $M_x \text{TiS}_2$ и $M_x \text{TiSe}_2$ атомов 3*d*-металлов разного сорта наблюдается корреляция между относительным изменением среднего межслоевого расстояния и ионным радиусом внедряемых атомов [7]. Однако в отличие от интеркаляции атомов с незаполненной 3d-электронной оболочкой внедрение атомов меди в структуру соединений TiX₂ приводит к увеличению межатомных расстояний во всех направлениях [9,10]. Подобные данные были получены нами в предыдущей работе для системы Cu-HfSe₂ [11].

Такое различие в поведении соединений $M_x \text{Ti}X_2$ при интеркаляции меди может быть обусловлено тем, что связи, формируемые интеркалированными ионами меди с решеткой матрицы, носят преимущественно ионный характер. На основании результатов расчета распределения электронной плотности в дисульфиде титана, интеркалированном медью [12], был сделан вывод, что ионы меди не образуют ковалентных связей со слоями TiX₂ и вследствие этого могут обладать значительной подвижностью. В связи с этим представляет большой интерес проведение детальных исследований явлений переноса заряда в медьсодержащих интеркалированных соединениях.

Настоящая работа посвящена исследованию электрических свойств диселенида гафния, интеркалированного медью, как на постоянном, так и на переменном токе с использованием методики импедансной спектроскопии.

2. Эксперимент

Синтез исходного диселенида гафния и интеркалированных образцов $Cu_x HfSe_2$ (x = 0, 0.05, 0.1, 0.18) производился методом твердофазных реакций в вакуумированных кварцевых ампулах с последующей многостадийной гомогенизацией, который ранее применялся для получения интеркалированных соединений [7,8,11]. Аттестация образцов с помощью рентгенографического анализа, проведенная на дифрактометре Bruker D8 Advance в CuK_{α} -излучении, показала их однофазность. Анализ дифрактограмм показал, что внедрение меди до x = 0.18не привело к появлению сверхструктурных рефлексов и изменению типа кристаллической структуры по сравнению с исходным соединением HfSe₂. Это свидетельствует об отсутствии упорядочения атомов меди и вакансий в слоях между трехслойными блоками Se–Hf–Se.

Для измерений электросопротивления были приготовлены прессованные и дополнительно спеченные образцы цилиндрической формы диаметром 4.2 mm и длиной 10 mm. Измерения на постоянном токе проводились в интервале температур 80-300 К, а на переменном токе — при комнатной температуре в диапазоне частот $v = 100 \,\text{Hz} - 200 \,\text{kHz}$ на измерителе импеданса LCR-2000. Вследствие того что интеркалированные образцы обладали высокими значениями электросопротивления, измерения проводились двухзондовым методом. Для уменьшения контактного сопротивления на торцевые поверхности образцов наносилась проводящая паста, нейтральная по отношению к элементам, входящим в состав образцов, что обеспечивало также эквипотенциальность поверхностей и постоянство значений тока по сечению образцов.

3. Результаты

Температурные зависимости удельного электросопротивления на постоянном токе ρ_{dc} для интеркалированных образцов Cu_xHfSe₂ представлены на рис. 1. Как было показано нами в работе [11], при внедрении меди электросопротивление образцов, сохраняя активационный характер температурной зависимости, не уменьшается по сравнению с исходным диселенидом гафния, как этого следовало бы ожидать, а возрастает, свидетельствуя об усилении диэлектрических свойств интеркалированных образцов по сравнению с HfSe₂. Резкое увеличение сопротивления в интеркалированных образцах, возможно, связано с локализацией носителей



Рис. 1. Температурные зависимости удельного электросопротивления ρ для различных образцов Cu_xHfSe₂. На вставке показана зависимость $\rho(T)$ для HfSe₂.

заряда, что в большей степени проявляется для состава с x = 0.05, при котором можно считать распределение меди в решетке диселенида гафния в наибольшей степени неупорядоченным. В этом случае потенциал кристаллической решетки испытывает случайные возмущения, что приводит к прыжковому характеру переноса заряда. Локализация электронов проводимости при интеркаляции 3d-металлами отмечалась также для дихалькогенидов титана и тантала, причем степень такой локализации возрастала при увеличении порядкового номера интеркаланта, что отчетливо проявлялось в соответствующем увеличении электросопротивления [13,14]. Энергии активации проводимости, определенные из зависимостей на рис. 1, уменьшаются с возрастанием содержания меди [11], а резкое возрастание электросопротивления образцов Cu_xHfSe₂ при понижении температуры может отражать уменьшение вероятности прыжков носителей заряда, носящих активационный характер. Дополнительным аргументом в пользу прыжкового механизма является тот факт, что ионы меди в образцах могут находиться в различных валентных состояниях (Cu⁺ и Cu²⁺) [15]. Концепция прыжковой проводимости находит подтверждение при дальнейшем анализе результатов, полученных на постоянном токе, который показал, что температурные зависимости, представленные на рис. 2 в координатах $\ln \rho - T^{-1/4}$, удовлетворительно согласуются с моделью проводимости с переменной длиной прыжка [16].

С целью получения дополнительной информации об особенностях переноса заряда в исследованных соединениях впервые для интеркалированных материалов данного типа нами были выполнены исследования с использованием методики импедансной спектроскопии. Импедансная спектроскопия дает возможность получить информацию об электрических свойствах поликристаллических объектов в соответствии с их микрострукту-



Рис. 2. Зависимости $\ln \rho$ от $T^{-1/4}$ для интеркалированных образцов Cu_xHfSe₂. На вставке показана та же зависимость для HfSe₂.



Рис. 3. Годографы импеданса для образцов Cu_xHfSe_2 (*x*: I - 0.05, 2 - 0.1, 3 - 0.18). На вставке показан годограф импеданса для HfSe₂.

рой и фазовым составом при различных частотах, что является важным при использовании таких материалов в качестве элементов электрических цепей. Кроме того, эта методика может дать важные сведения о механизме переноса заряда [17,18].

Полученные нами спектры импеданса на комплексной плоскости для медьсодержащих образцов представлены на рис. 3 в виде зависимости мнимой части импеданса (-ImZ) от действительной (ReZ). Видно, что эти зависимости представляют собой дуги полуокружностей, радиус которых уменьшается по мере возрастания содержания меди в образцах. Подобный вид зависимостей, согласно литературным данным [17–19], анализируется в приближении эквивалентной схемы, состоящей из параллельно соединенных между собой активного сопротивления и емкости. Пересечение правой части кривых с осью абсцисс (при $\omega \rightarrow 0$) определяет действительную часть импеданса и соответствует сопротивлению образцов, полученному на постоянном токе. Стремление спектров к нулевому значению на оси абсцисс при высоких частотах свидетельствует о незначительности контактного сопротивления.

В терминах импедансного формализма для поликристаллических материалов на комплексной плоскости должны присутствовать в более или менее явном виде две полуокружности, соответствующие объемной и зернограничной составляющим. Невозможность выделить спектры, характерные для каждого из вкладов, является следствием близости их характеристик и свидетельствует о высокой однородности использованных образцов и незначительном влиянии границ зерен на проводимость. Тем не менее полученные кривые не являются идеальными полуокружностями. Отклонение от идеальности проявляется в некоторой асимметрии представленных кривых, которая более отчетливо видна для образца с x = 0.05, а также в смещении центра кривых ниже оси абсцисс. Эти особенности свидетельствуют об отклонении протекающих в образцах релаксационных процессов от дебаевской модели и наличии нескольких дискретных параметров эквивалентной схемы либо о непрерывном распределении этих параметров около некоторого среднего значения. Ширина области распределения параметров эквивалентной цепи может быть определена по углу $\pi \cdot \alpha/2$ между осью ReZ и радиусом окружности, как это показано на рис. 3 для Cu_{0.05}HfSe₂, и выражена величиной а. Значение а характеризует степень отклонения от дебаевской модели релаксации [18,19] (при $\alpha = 0$ дисперсия импеданса соответствует дебаевской модели с фиксированными параметрами R и C и одним временем релаксации). Значения α для всех образцов лежат в интервале 0.05-0.1, что свидетельствует о небольшой области распределения параметров и времен релаксации. Вследствие ограниченности частотного диапазона нам не удалось получить полный импедансный спектр для исходной матрицы HfSe2, однако для всех интеркалированных образцов положение максимума на комплексной плоскости лежит в доступной области частот, хотя и сдвигается в область больших значений при возрастании содержания меди в образцах. Эти частоты, при которых мнимая часть импеданса принимает максимальное значение (ω_m), составляют 125, 470 и 780 kHz для образцов с x = 0.05, 0.1 и 0.18 соответственно. Эти частоты должны отвечать условию $C_{\text{eff}}R_{\text{eff}}\omega_m=1$, где C_{eff} и R_{eff} — усредненные параметры эквивалентной схемы. Это условие позволяет определить и средние времена релаксации как $\tau = 1/\omega_m$; они составляют $8 \cdot 10^{-6}$, $2.2 \cdot 10^{-6}$ и $1.3 \cdot 10^{-6}$ s для образцов с x = 0.05, 0.1и 0.18 соответственно и свидетельствуют об ускорении релаксационных процессов при возрастании содержания меди в образцах.

Дополнительную информацию об особенностях переноса заряда в исследуемых соединениях можно получить



Рис. 4. Частотные зависимости мнимой части импеданса для интеркалированных образцов Cu_xHfSe₂. На вставке показана частотная зависимость мнимой части импеданса для HfSe₂.



Рис. 5. Частотные зависимости комплексной проводимости интеркалированных образцов Cu_x HfSe₂.

из частотных зависимостей мнимой части импеданса, также отражающих релаксационные процессы в материале. На рис. 4 представлены такие зависимости для трех образцов Cu_x HfSe₂. Все они характеризуются более или менее выраженным максимумом, отражающим наиболее вероятные релаксационные процессы. Видно, что эти максимумы смещаются в область более высоких частот и становятся менее резкими при увеличении содержания меди в образцах. Размытие максимумов может означать расширение области распределения параметров и соответственно времен релаксации.

Изучение поведения проводимости при изменении частоты электрического поля позволяет связать наблюдаемые макроскопические изменения с микроскопическим характером движения носителей заряда. Частотные зависимости комплексной проводимости *Y* в логарифмическом масштабе представлены на рис. 5. Для всех образцов на этих зависимостях можно выделить две области. Первая область представляет собой частотнонезависимое плато, где проводимость практически равна значениям, полученным на постоянном токе. После достижения некоторой частоты проводимость начинает возрастать (область частотной дисперсии). Наблюдаемые частотные зависимости ас-проводимости в целом могут быть описаны выражением $\sigma_{\rm ac} = \sigma_{\rm dc} + A\omega^s$. Такое выражение характерно для большого числа материалов (керамик, стекол, ионных проводников), где перенос носителей заряда осуществляется по прыжковому механизму, и известно как универсальный динамический отклик [20-24]. Частота, при которой происходит изменение наклона этих зависимостей, в литературе называется прыжковой частотой. Эта частота увеличивается с ростом содержания меди от $\omega = 150 \,\mathrm{kHz}$ для Cu_{0.05}HfSe₂ до $\omega = 500 \text{ kHz}$ для Cu_{0.18}HfSe₂.

Согласно теоретическим представлениям [16], в случае прыжковой проводимости показатель степени *s* должен быть меньше единицы. Значения s, определенные путем аппроксимации полученных зависимостей в высокочастотной области, составляют 0.86, 0.55 и 0.41 для образцов с x = 0.05, 0.1 и 0.18 соответственно. Природа частотной зависимости проводимости, как указывается в литературе [19], может быть обусловлена релаксацией ионной атмосферы после смещения ионов в новые положения. Величина s связана с характеристиками фононного спектра (v_{ph}) и может быть выражена как $s = 1 - 4/[\ln(v_{ph}/\omega)]$ [16]. Действительно, если в качестве частоты принять значения прыжковой частоты для разных образцов при неизменной величине v_{ph} , то расчеты показывают уменьшение s. Однако для того чтобы получить не только качественное, но и количественное согласие расчетных и экспериментальных данных, следует предположить, что одновременно с ростом прыжковой частоты должно происходить уменьшение величины v_{ph}. Справедливость такого предположения подтверждается обсуждавшимися ранее особенностями изменения структурных параметров медьсодержащих соединений [9–11] и имеющимися данными о слабой связи ионов меди со слоями матрицы в подобных соединениях [12], что должно приводить к смягчению фононного спектра.

4. Заключение

При исследовании электрических свойств интеркалированных медью образцов Cu_xHfSe_2 обнаружено резкое возрастание электрического сопротивления по сравнению с исходным диселенидом гафния. Причиной такого поведения может являться локализация носителей заряда на примесных центрах и осуществление переноса заряда в этом случае по прыжковому механизму. Удовлетворительное описание температурных зависимостей электросопротивления на постоянном токе соотношением $\rho = \rho_0 \exp(BT^{-1/4})$ указывает на то, что в интеркалированных медью образцах, по-видимому, имеет

место механизм проводимости с переменной длиной прыжка. Результаты, полученные методом импедансной спектроскопии, также подтверждают предположение о прыжковом механизме переноса заряда в интеркалированных соединениях Cu_xHfSe₂. При этом показано, что релаксационные процессы ускоряются при возрастании содержания меди в образцах. Частотная дисперсия проводимости исследованных интеркалированных материалов может быть описана универсальным динамическим откликом. Наличие такой дисперсии, обусловленное релаксацией ионной атмосферы, и изменение ее характеристик в соответствии с изменением концентрации меди позволяют предполагать значительную подвижность ионов меди в исследуемых соединениях. Возможно, этим обусловлены ранее обнаруженные нами зависимости резистивных характеристик образцов Cu_rHfSe₂ от времени [11]. В этом случае времена релаксации, определенные по импедансным измерениям, могут соответствовать средним временам "оседлой жизни" иона. Окончательный вывод о высокой подвижности ионов меди в этих соединениях может быть сделан на основании непосредственных измерений ионной проводимости с использованием электрохимических методов.

Список литературы

- [1] M. Inoue, H.P. Hughes, A.D. Yoffe. Adv. Phys. 38, 565 (1989).
- [2] Th. Pillo, J. Hayoz, H. Berger, F. Lévy, L. Schlapbach, P. Aebi. Phys. Rev. B 61, 16 213 (2000).
- [3] D.L. Greenaway, R. Nitsche. J. Phys. Chem. Solids 26, 9, 1445 (1965).
- [4] C. Gaiser, T. Zandt, A. Krapf, R. Serverin, C. Janowitz, R. Manzke. Phys. Rev. B 69, 075 205 (2004).
- [5] I. Taguchi. J. Phys. C 14, 3221 (1981).
- [6] N.V. Baranov, V.G. Pleshchev, N.V. Selezneva, E.M. Sherokalova, A.V. Korolev, V.A. Kazantsev, A.V. Proshkin. J. Phys.: Cond. Matter 21, 506 002 (2009).
- [7] Н.В. Селезнева, Автореф. канд. дис. Уральский федеральный университет, Екатеринбург (2011). 18 с.
- [8] N.V. Baranov, K. Inoue, V.I. Maksimov, A.S. Ovchinnikov, V.G. Pleschov, A. Podlesnyak, A.N. Titov, N.V. Toporova. J. Phys.: Cond. Matter 16, 9243 (2004).
- [9] Y. Tazuke, K. Kuwazawa, Y. Onishi, T. Hashimoto. J. Phys. Soc. Jpn. 60, 2534 (1991).
- [10] А.А. Титов, А.И. Меренцов, А.Е. Карькин, А.Н. Титов, В.В. Федоренко. ФТТ, **51**, 217 (2009).
- [11] В.Г. Плещев, Н.В. Селезнева, Н.В. Баранов. ФТТ, **54**, 673 (2012).
- [12] A.H. Reshak. J. Phys. Chem. A 113, 1635 (2009).
- [13] M. Sasaki, A. Ohnishi, T. Kikuchi, M. Kitaura, K. Shimada, H.-J. Kim. J. Low Temp. Phys. 161, 375 (2010).
- [14] F.J. Di Salvo, J.A. Wilson, J.V. Warszczak. Phys. Rev. Lett. 36, 885 (1976).
- [15] В.Г. Плещев, Н.В. Баранов. Д.А. Шишкин, А.В. Королев, А.Д. Горлов. ФТТ, 53, 1950 (2011).
- [16] Н. Мотт, Э. Дэвис. Электронные процессы в некристаллических веществах. Мир, М. (1982). Т. 1. 368 с.

- [17] Н.А. Поклонский, Н.И. Горбачук. Основы импедансной спектроскопии композитов. Изд-во БГУ, Минск (2005). 150 с.
- [18] Ю.М. Поплавко, Л.П. Переверзева, И.П. Раевский. Физика активных диэлектриков. Изд-во ЮФУ, Ростов н/Д (2009). 480 с.
- [19] Impedance spectroscopy: theory, experiment and applications / Eds E. Barsoukov, J.R. Macdonald. John Wiley & Sons Inc., N.J. (2005), 595 p.
- [20] P. Lunkenheimer, A. Loidl. Phys. Rev. Lett. 91, 207601 (2003).
- [21] A.S. Nowick, A.V. Vaysleyb, I. Kuskovsky. Phys. Rev. B 58, 8398 (1998).
- [22] S. Kallel, A. Nasri, N. Kallel, H. Rahmouni, O. Peña, K. Khirouni, M. Oumezzine. Physica B 406, 2172 (2011).
- [23] А.И. Артамкин, А.А. Добровольский, А.А. Винокуров, В.П. Зломанов, С.Ю. Гаврилкин, О.М. Иваненко, К.В. Мицен, Л.И. Рябова, Д.Р. Хохлов. ФТП 44, 1591 (2010).
- [24] W. Li, R.W. Schwartz. Appl. Phys. Lett. 89, 242 906 (2006).