03,04

Влияние химического состава кристаллов $\mathsf{TIIn}_{1-x}\mathsf{Er}_x\mathsf{S}_2\ (0\leq x\leq 0.01)$ на их диэлектрические характеристики и параметры локализованных состояний

© С.Н. Мустафаева¹, М.М. Асадов²

1 Институт физики НАНА,

Баку, Азербайджан

² Институт катализа и неорганической химии им. М.Ф. Нагиева НАНА,

Баку, Азербайджан

E-mail: solmust@gmail.com

Поступила в Редакцию 17 июня 2019 г. В окончательной редакции 3 июля 2019 г. Принята к публикации 5 июля 2019 г.

В полученых кристаллах $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ ($0 \le x \le 0.01$) изучены частотные зависимости действительной (ε'') и мнимой (ε'') составляющих комплексной диэлектрической проницаемости, тангенса угла диэлектрических потерь ($g\delta$) и ас-проводимости (σ_{ac}) в области частот $f=5\cdot 10^4-3.5\cdot 10^7$ Hz. Установлено, что в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ имеет место релаксационная дисперсия ε' и ε'' . Изучено влияние концентрации эрбия (Er) в кристаллах $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ на их диэлектрические коэффициенты. В области высоких частот ас-проводимость кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ подчинялась закономерности $\sigma_{ac} \sim f^{0.8}$, характерной для прыжкового механизма переноса заряда по локализованным вблизи уровня Ферми состояниям. Оценены параметры локализованных в запрещенной зоне $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ состояний, а также влияние химического состава кристаллов на эти параметры.

Ключевые слова: сложные кристаллы $TIIn_{1-x}Er_xS_2$, частотная дисперсия, диэлектрические потери, прыжковый механизм переноса заряда, параметры локализованных состояний.

DOI: 10.21883/FTT.2019.11.48403.517

1. Введение

В последнее время тройные соединения $TIB^{III}C_2^{VI}$ ($B^{III}=In$, Ga; $C^{VI}=S$, Se, Te) полупроводниковых материалов стали важной темой для исследователей, и исследования их свойств получили значительный импульс. Их оптические, структурные и электрические свойства [1] показывают, что они обладают потенциалом для использования в производстве оптоэлектронных устройств. Соединения $TIB^{III}C_2^{VI}$ ($B^{III}=In$, Ga; $C^{VI}=S$, Se, Te) имеют различные полиморфные модификации.

Одним из представителей этого класса материалов является соединение $TIInS_2$, которое является слоистым полупроводником p-типа. $TIInS_2$ состоит из элементов III и VI группы периодической системы элементов M кристалле $TIInS_2$ ионно-ковалентные связи происходят между атомами, тогда как слабые ван-дер-ваальсовые связи создаются между последовательными двумерными слоями, которые перпендикулярны направлению (001). Согласно [2,3] пространственная группа C_{2h}^6 характеризует кристаллическую симметрию $TIInS_2$, которая имеет моноклинную структуру при комнатной температуре.

Электрические и оптические свойства кристалла $TIInS_2$ исследованы и описаны соответственно в литературе [4–9]. В частности, в недавней работе [8] в слоистых монокристаллах $TIInS_2$ исследована фотопроводимость,

спектральное распределение фототока, зависимости времени жизни носителей заряда от интенсивности света, приложенного напряжения и температуры. Результаты получены в диапазоне температур $77-300\,\mathrm{K}$, интенсивностей возбуждения $1000-7000\,\mathrm{люкc}$, приложенного напряжения $10-70\,\mathrm{V}$ и при длине волны фотонов $400-570\,\mathrm{nm}$. С использованием результатов измерений dc-фотопроводимости описана температурная зависимость ширины запрещенной зоны. Установлено, что процессы рекомбинации в $TIInS_2$ являются мономолекулярными.

В [9] сообщается о результатах фотоэлектрического релаксационного спектроскопического исследования электрически активных дефектов в кристаллической структуре $TIInS_2$: La. Показано, что существуют состояния кристалла, которые отличаются величиной фотоотклика, изменяющейся в пределах четырех порядков. Это интерпретируется на основе различия в состоянии доменной структуры кристалла. Обсуждаются особенности регистрации термоэмиссии дефектов при наличии вклада фотовольтаической составляющей реакции кристалла на возбуждение светом.

В [10] сообщается о температурной зависимости свойств генерации второй гармоники (ГВГ) в слоистом $TIInS_2$. А в работе [11] сообщается о поляризационных свойствах сигнала ГВГ в $TIInS_2$ ниже температуры сегнетоэлектрического фазового перехода. ГВГ в кристал-

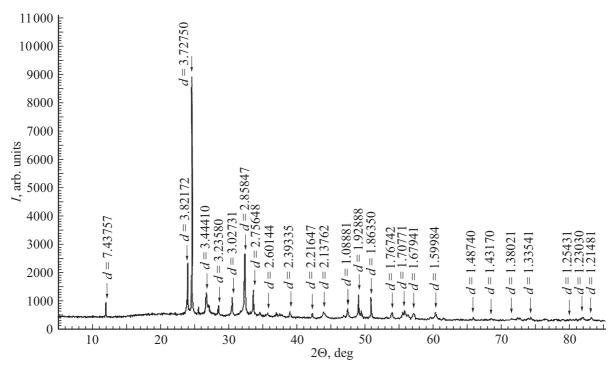


Рис. 1. Рентгенограмма $TIIn_{1-x}Er_xS_2$, где x = 0.005.

лах $TIInS_2$ изучалась в интервале температур $77-300~\rm K$ с использованием системы конфокального лазерного микроскопа. Сигнал ГВГ наблюдался в низкотемпературной сегнетоэлектрической фазе. Исследованы также поляризационные свойства сигналов ГВГ в $TIInS_2$ в диапазоне температур $80-180~\rm K$.

 $TIInS_2$ обладает также широким спектром других важных физических характеристик, таких как высокая фото- и рентгеночувствительность [12–18]. В [12,13] изучена прыжковая проводимость монокристаллов $TIInS_2$ как на постоянном, так и на переменном токе. В [14] приведены результаты по изучению оптических свойств $TIInS_2$. В [15,16] приведены результаты изучения влияния γ -радиации на проводимость и диэлектрические характеристики монокристаллов $TIInS_2$. В [17,18] изучено влияние интеркалирования литием на электрические, фотоэлектрические и рентгендозиметрические свойства монокристаллов $TIInS_2$.

В процессе легирования полупроводников, как известно, физические свойства зависят в основном от того, какое положение занимает легирующая добавка в объеме кристаллической структуры полупроводника. А вопрос о путях замещения катионных позиций в низкоразмерных $\mathrm{TIB^{III}C_2^{VI}}$ редкоземельными ионами с 4f-оболочками до конца не изучен. Поэтому детальное изучение свойств легированных 4f-ионами соединений $\mathrm{TIB^{III}C_2^{VI}}$ остается актуальным. Кроме важных физических свойств $\mathrm{TIB^{III}C_2^{VI}}$ обладают также набором интересных физико-химических свойств, обусловленных эффектами кристаллического поля за счет обменного взаимодействия d- и f-электронных подсистем.

Например, в [19,20] нами приведены результаты изучения электрических и диэлектрических свойств синтезированных монокристаллов $TIGa_{1-x}Er_xS_2(Se_2)$. Установлено, что частичное замещение в кристалле $TIGaS_2(Se_2)$ галлия эрбием приводит к уменьшению диэлектрической проницаемости. Показано, что катионное замещение Ga^{3+} легирующими металлами в $TIGaSe_2$ обусловлено тем, что в структуре кристалла исходные элементы находятся в TI^{1+} , Ga^{3+} , Se^{2-} степенях окисления.

Цель данной работы — изучение электрических и диэлектрических свойств полученных $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ (x=0; 0.001; 0.005 и 0.01) в переменных электрических полях радиочастотного диапазона; установление характера изменения свойств кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ с увеличением концентрации введенного легирующего 4f-иона эрбия при изменении x в пределах 0-0.01.

2. Методическая часть

Оценка растворимости эрбия в объеме кристаллической решетки $TIInS_2$ указывает на то, что ионный радиус легирующего Er^{3+} (1.03 Å) ближе к ионному радиусу In^{3+} (0.76 Å), чем к ионному радиусу TI^{1+} (1.64 Å). Т.е. в слоистом кристалле $TIInS_2$ частичное замещение индия эрбием соответствует условию образования твердого раствора замещения.

В качестве исходных компонентов использовали особо чистые химические элементы Tl (Tl 00), In (In 00), S (осч 16-5) и Er (99.99%). TlInS₂ и образцы $TlIn_{1-x}Er_xS_2$

 $(x=0;\ 0.001;\ 0.005\ u\ 0.01)$ синтезировали из взятых в стехиометрических соотношениях химических элементов путем непосредственного их сплавления в вакуумированных до 10^{-3} Ра кварцевых ампулах. Гомогенизацию синтезированных образцов производили в вакууме 10^{-3} Ра. Завершенность синтеза поликристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$, их гомогенность и индивидуальность контролировали методами ДТА и РФА. РФА порошковых образцов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ проводили на дифрактометре D8-ADVANCE в режиме $0.5^\circ < 2\theta < 80^\circ$ ($Cu_{K\alpha}$ -излучение; $\lambda = 1.5418$ Å) при $40\,\mathrm{kV}$ и $40\,\mathrm{mA}$.

Кристаллы $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ (x=0; 0.001; 0.005 и 0.01) со слоистой структурой легко скалывались по базисной плоскости. Провели РФА порошковых образцов кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$. Установлено, что введенное количество Er (x=0.001; 0.005 и 0.01) слабо влияет на параметры кристаллической решетки матрицы $TIInS_2$. Полученные кристаллографические данные для $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ согласуются с литературными [21] для $TIInS_2$, ($a=10.90\,\text{Å}$, $b=10.94\,\text{Å}$, $c=15.18\,\text{Å}$, $\beta=100.21^\circ$).

В качестве примера на рис. 1 приведена типичная рентгенограмма образца на основе $TIInS_2$, содержащего 0.005 мол. доли эрбия ($a=10.9116,\ b=10.9247,\ c=15.1649\ \text{Å},\ \beta=100.3227^\circ,\ V=1778.49\ \text{Å}^3,\ d=5.670\ \text{g/cm}^3$, моноклинная сингония, пространственная группа A2/a).

Образцы $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ для электрических измерений готовили в виде плоских конденсаторов. В качестве электродов использовали серебряную пасту. Толщина кристаллических образцов из $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ составляла от 200 до $1000\,\mu m$.

Диэлектрические коэффициенты образцов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ измеряли резонансным методом с помощью куметра TESLA BM 560. Диапазон частот переменного электрического поля составлял $f=5\cdot 10^4-3.5\cdot 10^7$ Hz.

В процессе электрических измерений образцы ${
m TIIn}_{1-x}{
m Er}_x{
m S}_2$ помещались в экранированную камеру. Все измерения проведены при 300 К. Амплитуда приложенного к образцам переменного электрического поля соответствовала омической области вольтамперной характеристики. Точность определения резонансных значений емкости и добротности ($Q=1/\lg\delta$) измерительного контура ограничена ошибками, связанными со степенью разрешения отсчетов по приборам. Градуировка конденсатора имела точность $\pm 0.1\,{\rm pF}$. Воспроизводимость положения резонанса составляла по емкости $\pm 0.2\,{\rm pF}$, а по добротности $\pm 1.0-1.5\,{\rm деления}$ шкалы. При этом наибольшие отклонения от средних значений составляли 3-4% для ϵ' и 7% для $\lg \delta$ [22].

3. Результаты и их обсуждение

На рис. 2 представлены частотные зависимости действительной составляющей комплексной диэлектрической проницаемости ε' кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ (x=0;

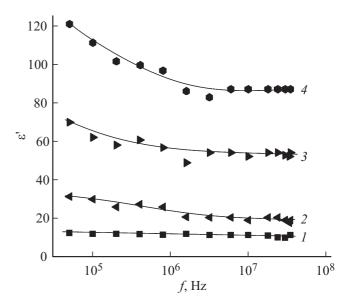


Рис. 2. Частотная дисперсия действительной составляющей комплексной диэлектрической проницаемости кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$: x=0 (1); 0.001 (2); 0.005 (3) и 0.01 (4). $T=300\,\mathrm{K}$.

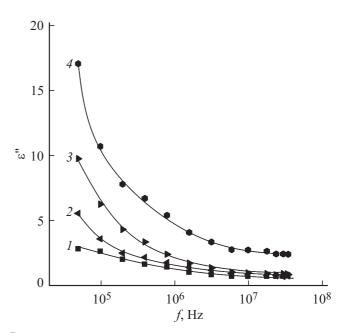


Рис. 3. Частотные зависимости мнимой составляющей комплексной диэлектрической проницаемости кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$: x=0 (1); 0.001 (2); 0.005 (3) и 0.01 (4). $T=300\,\mathrm{K}$.

0.001; 0.005; 0.01). Как следует из этого рисунка в $TIInS_2$ (кривая I) имеет место незначительная частотная дисперсия ε' . В $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ (x=0.001; 0.005; 0.01) с увеличением частоты от 50 кHz до 35 MHz значение ε' уменьшалось почти в 1.2—1.6 раз (кривые 2-4). Спад ε' наблюдался при сравнительно низких частотах ($5\cdot 10^4-6\cdot 10^6$ Hz). В диапазоне частот

 $6\cdot 10^6 - 3.5\cdot 10^7\,\mathrm{Hz}$ величина ε' практически не зависела от частоты.

На рис. З приведены частотные зависимости мнимой составляющей комплексной диэлектрической проницаемости (ε'') Т $\ln_{1-x} \operatorname{Er}_x S_2$. В отличие от величины ε' , значение ε'' для составов x=0; 0.001; 0.005; 0.01 проявляло сильную частотную дисперсию. В "чистом" кристалле Т \ln_{2} величина ε'' с увеличением частоты вплоть до 35 MHz уменьшалась в 4 раза, а в Т $\ln_{1-x} \operatorname{Er}_x S_2$ (x=0.001; 0.005 и 0.01) значение ε'' уменьшалась с частотой в 8-12 раз.

Важной характеристикой материала является частотная зависимость диэлектрических потерь, которая определяется не только структурой материала, но и наличием и составом примесей. В диэлектриках и сегнетоэлектриках диэлектрические потери обычно высоки в области мегагерцовых частот, что связывается с установлением доменной поляризации.

Экспериментально полученная частотная зависимость тангенса угла диэлектрических потерь (tg $\delta=\epsilon''/\epsilon'$) в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ во всей изученной области частот имела спадающий характер. Такой вид частотной зависимости в материалах соответствует механизму потерь на электропроводность [23].

Таким образом, приведенные на рис. 2 и 3 результаты отражают частотные зависимости диэлектрических коэффициентов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$. Установили также зависимости этих коэффициентов для $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ от концентрации введенного эрбия.

На рис. 4 показаны построенные нами концентрационные зависимости для ε' (кривая I) и ε'' (кривая2). Обе зависимости приведены для случая, когда частота переменного электрического поля составляла $f=5\cdot 10^4$ Hz. При более высоких частотах указанные зависимости ослабевали. Как видно из рис. 4 по мере возрастания

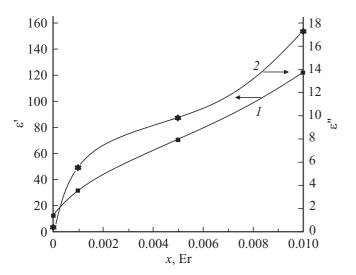


Рис. 4. Зависимости действительной (кривая I) и мнимой (кривая 2) составляющих комплексной диэлектрической проницаемости при $f=5\cdot 10^4\,\mathrm{Hz}$ от состава кристаллов $\mathrm{TIIn}_{1-x}\mathrm{Er}_x\mathrm{S}_2.$

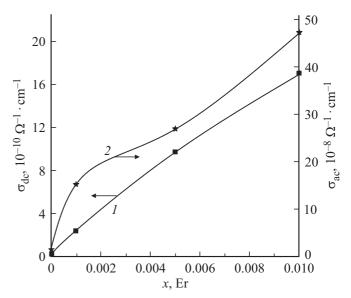


Рис. 5. Зависимости проводимости на постоянном (кривая I) и переменном (кривая 2) токе при $f = 5 \cdot 10^4 \, \mathrm{Hz}$ от состава кристаллов $\mathrm{TIIn}_{1-x}\mathrm{Er}_x\mathrm{S}_2$.

концентрации эрбия в кристаллах $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ значения ε' и ε'' увеличивались. Так, значение ε' увеличивалось на порядок, а ε'' — в 60 раз.

Нами изучена также проводимость кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ в постоянном (dc-проводимость) и переменном (ас-проводимость) электрических полях. На рис. 5 приведены зависимости σ_{dc} (кривая I) и σ_{ac} (кривая 2) при $f=5\cdot 10^4$ Hz от состава кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$. Установлено, что с повышением концентрации эрбия в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ проводимость образцов увеличивалась в обоих случаях, а точнее: σ_{dc} — в 80 раз, σ_{ac} — в 60 раз. Проводимость кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ на переменном токе более чем на два порядка превышала проводимость на постоянном токе.

На рис. 6 представлены частотные зависимости проводимости кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ различного состава. В $TIInS_2$ (кривая I) в частотной области $5 \cdot 10^4 - 10^7$ Hz имел место участок $\sigma_{\rm ac} \sim f^{0.8}$, а при $f > 10^7$ Hz наблюдалась суперлинейная зависимость $\sigma_{\rm ac} \sim f^{1.3}$.

Характерной особенностью указанных зависимостей $\sigma_{\rm ac}(f)$ для ${\rm TIIn_{1-x}Er_xS_2}$ (x=0; 0.001; 0.005 и 0.01) является то, что при сравнительно низких частотах $\sigma_{\rm ac}\sim f^{0.5}$, а при высоких частотах $\sigma_{\rm ac}\sim f^{0.8}$. Зависимость $\sigma_{\rm ac}\sim f^{0.8}$ характерна для механизма прыжковой проводимости по локализованным состояниям вблизи уровня Ферми [24,25]. Граничная частота (f_b .), начиная с которой проводимость кристаллов ${\rm TIIn_{1-x}Er_xS_2}$ становится прыжковой, линейно смещается в сторону более высоких частот по мере возрастания концентрации эрбия в кристаллах (рис. 7, кривая 2).

Полученные нами зависимости $\sigma_{\rm ac} \sim f^{0.8}$ в ${
m TIIn}_{1-x}{
m Er}_x{
m S}_2$ свидетельствуют о прыжковом механизме переноса заряда по состояниям, локализованным в

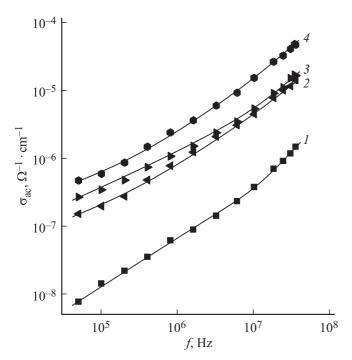


Рис. 6. Частотно-зависимая ас-проводимость кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$: x=0 (1); 0.001 (2); 0.005 (3) и 0.01 (4). $T=300~\rm K$.

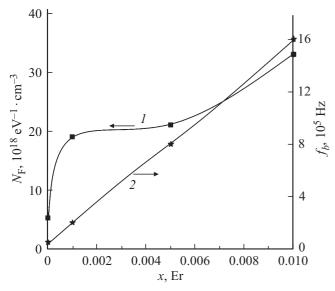


Рис. 7. Зависимости плотности состояний вблизи уровня Ферми (кривая I) и граничной частоты начала прыжковой проводимости (кривая 2) от состава кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$.

окрестности уровня Ферми [24]:

$$\sigma_{\rm ac}(f) = \frac{\pi^3}{96} e^2 kT N_{\rm F}^2 a^5 f \left[\ln \left(\frac{\nu_{\rm ph}}{f} \right) \right]^4, \tag{1}$$

где e — заряд электрона; k — постоянная Больцмана; $N_{\rm F}$ — плотность состояний вблизи уровня Ферми; $a=1/\alpha$ — радиус локализации; α — постоянная спада

волновой функции локализованного носителя заряда $\psi \sim \bar{e}^{\, ar}; \, \nu_{
m ph}$ — фононная частота.

Согласно формуле (1) ас-проводимость зависит от частоты как $f\left[\ln(\nu_{\rm ph}/f)\right]^4$, т. е. при $f\gg\nu_{\rm ph}$ величина $\sigma_{\rm ac}$ пропорциональна $f^{0.8}$.

Используя формулу (1) по экспериментально найденным значениям $\sigma_{\rm ac}(f)$ вычислили плотность состояний на уровне Ферми. Вычисленные значения $N_{\rm F}$ для ${
m TIIn}_{1-x}{
m Er}_x{
m S}_2$ различного состава приведены на рис. 7 (кривая I). При вычислениях $N_{\rm F}$ значение $\nu_{\rm ph}$ взято равным 10^{12} Hz, а за радиус локализации взято значение $a=14\,{\rm \AA}$, как для ${
m TIInS}_2$ [13].

По теории прыжковой проводимости на переменном токе среднее расстояние прыжков (R) определяется по следующей формуле

$$R = \frac{1}{2\alpha} \ln \left(\frac{\nu_{\rm ph}}{f} \right). \tag{2}$$

Вычисленные по формуле (2) значения R для кристаллов $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ составляли 77—86 Å. Эти значения R в 5.5—6 раз превышают среднее расстояние между центрами локализации носителей заряда в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$. Используя значения R по формуле

$$\tau^{-1} = \nu_{\rm ph} \exp(-2\alpha R) \tag{3}$$

определили среднее время прыжков в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$: $\tau=5.5\cdot 10^{-8}-2\cdot 10^{-7}$ s.

По формуле [24]

$$\Delta E = 3/2\pi R^3 \cdot N_{\rm F} \tag{4}$$

в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ оценили энергетический разброс локализованных вблизи уровня Ферми состояний $\Delta E=32-140\,\mathrm{meV}.$ А по формуле:

$$N_{\rm t} = N_{\rm F} \cdot \Delta E \tag{5}$$

определили концентрацию глубоких ловушек в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$, ответственных за ас-проводимость $N_t=$ $=7\cdot 10^{17}-10^{18}~{\rm cm}^{-3}$. Установлено, что с увеличением концентрации эрбия в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ плотность локализованных вблизи уровня Ферми состояний увеличивается с $5.2\cdot 10^{18}$ до $3.3\cdot 10^{19}~{\rm eV}^{-1}\cdot{\rm cm}^{-3}$. Это происходит, по-видимому, за счет сужения энергетической полосы локализованных состояний. При этом концентрация носителей заряда на глубоких уровнях (N_t) в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ увеличивалась незначительно.

4. Заключение

Методом прямого синтеза из исходных химических элементов в вакууме получены слоистые кристаллы $T I I n_{1-x} E r_x S_2$ (x=0; 0.001; 0.005 и 0.01). Изучение частотной дисперсии диэлектрических коэффициентов при $f=5\cdot 10^4-3.5\cdot 10^7$ Hz и проводимости кристаллов $T I I n_{1-x} E r_x S_2$ позволили установить релакса-

ционный характер дисперсии действительной и мнимой составляющих комплексной диэлектрической проницаемости. Также установлены природа диэлектрических потерь и прыжковый механизм переноса заряда. Оценили параметры локализованных состояний, такие как плотность состояний вблизи уровня Ферми $(N_{\rm F} = 5.2 \cdot 10^{18} - 3.3 \cdot 10^{19} \,\mathrm{eV}^{-1} \cdot \mathrm{cm}^{-3})$ и их энергетический разброс ($\Delta E = 32-140\,\mathrm{meV}$), среднее время $(\tau = 5.5 \cdot 10^{-8} - 2 \cdot 10^{-7} \,\mathrm{s})$ и расстояние $(R = 77 - 86 \,\mathrm{\AA})$ прыжков, а также концентрацию глубоких ловушек $(N_{\rm t} = 7 \cdot 10^{17} - 10^{18} \, {\rm cm}^{-3})$. Установлено, что по мере увеличения концентрации эрбия в кристаллах $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ действительная и мнимая составляющие их комплексной диэлектрической проницаемости, тангенс угла диэлектрических потерь, dc- и ас-проводимость увеличивались. С повышением концентрации введенного эрбия в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ граничная частота, начиная с которой в изученных образцах кристаллов наблюдалась прыжковая проводимость, линейно смещалась в сторону высоких частот. Введение эрбия в $TIIn_{1-x}Er_xS_2$ приводило к уменьшению среднего расстояния и времени прыжков, а также к увеличению плотности состояний, локализованных вблизи уровня Ферми.

Финансирование работы

Работа выполнена при поддержке Фонда развития науки при Президенте Азербайджанской Республики (гранты № E-F-BGM-3-BRFTF-2+/2017-15/05/1-M-13 и № E-F-BGM-4-RFTF-1/2017-21/05/1-M-07) и SOCAR.

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

Список литературы

- [1] Y. Shim, W. Okada, K. Wakita, N. Mamedov. J. Appl. Phys. 102, 1 (2007).
- [2] T.D. Ibragimov, I.I. Aslanov. Solid State Commun. 123, 339 (2002).
- [3] O.Z. Alekperov, G.B. Ibragimov, I.A. Axundov, A.I. Nadjafov, A.R. Fakix. Phys. Status Solidi C 6, 981 (2009).
- [4] M.M. El-Nahass, S.B. Youssef, H.A.M. Ali, A. Hassan. Eur. Phys. J. Appl. Phys. 55, 1 (2011).
- [5] O.O. Gomonnai, R.R. Rosul, P.P. Guranich, A.G. Slivka, I.Yu. Roman, M.Yu. Rigan. High Press. Res. 32, 39 (2012).
- [6] M. Isik, S. Delice, N.M. Gasanly. Acta Phys. Pol. A 126, 1299 (2014).
- [7] S. Delice, N.M. Gasanly. Physica B 499, 44 (2016).
- [8] I.M. Ashraf, A. Salem, M.J.A.L. Salah. Euro. J. Appl. Eng. Sci. Res. 6, 2, 34 (2018).
- [9] А.П. Одринский, М.-Н.Yu. Seyidov, R.A. Suleymanov, Т.Г. Мамедов, В.Б. Алиева. ФТТ 58, 4, 696 (2016)
- [10] Y. Araki, R. Asaba, K. Wakita, Y.G. Shim, K. Mimura, N. Mamedov. Phys. Status Solidi C 10, 1136 (2013).
- [11] K. Wakita, M. Hagiwara, R. Paucar, Y. Shim, K. Mimura, N. Mamedov. J. Phys. Conf. Ser. 619 (2015). 012006. doi:10.1088/1742-6596/619/1/012006

- [12] С.Н. Мустафаева, В.А. Алиев, М.М. Асадов. ФТТ **40**, *4*, 612 (1998).
- [13] С.Н. Мустафаева, М.М. Асадов, В.А. Рамазанзаде. ФТТ **38**, *1*, 14 (1996).
- [14] А.В. Короткий, А.У. Шелег, В.В. Шевцова, А.В. Мудрый, С.Н. Мустафаева. Журн. прикл. спектроскопии 79, 3, 418 (2012).
- [15] С.Н. Мустафаева, М.М. Асадов, А.А. Исмайлов. ФТТ **51**, *11*, 2140 (2009).
- [16] А.У. Шелег, В.Г. Гуртовой, В.В. Шевцова, С.Н. Мустафаева. ФТТ **54**, *9*, 1754 (2012).
- [17] S.N. Mustafaeva, V.A. Ramazanzade, M.M. Asadov. Mater. Chem. Phys. **40**, *2*, 142 (1995).
- [18] С.Н. Мустафаева, М.М. Асадов, В.А. Рамазанзаде. Неорган. материалы **31**, *3*, 318 (1995).
- [19] С.Н. Мустафаева, М.М. Асадов, Э.М. Керимова, Н.З. Гасанов. Неорган. материалы **49**, *12*, 1271 (2013).
- [20] С.Н. Мустафаева, М.М. Асадов, Э.М. Керимова. ФТТ **55**, *12*, 2346 (2013).
- [21] А.У. Шелег, В.В. Шевцова, В.Г. Гуртовой, С.Н. Мустафаева. Поверхность. Рентг., синхр. нейтр. исслед. 11, 39 (2013).
- [22] С.Н. Мустафаева. Журн. радиоэлектроники. 5, 1 (2008).
- [23] В.В. Пасынков, В.С. Сорокин. Материалы электронной техники. Высш. шк., М. (1986). 368 с.
- [24] Н. Мотт, Э. Дэвис. Электронные процессы в некристаллических веществах. Мир, М. (1974). 472 с.
- [25] Ю.И. Равич, С.А. Немов. ФТП 36, 1, 3 (2002).

Редактор Т.Н. Василевская