Аномальное увеличение термоэдс и термоэлектрической эффективности в легированных Ga монокристаллах *p*-(Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃

© В.А. Кульбачинский, В.Г. Кытин, П.М. Тарасов, Н.А. Юзеева

Московский государственный университет им. М.В. Ломоносова, Москва, Россия

E-mail: kulb@mig.phys.msu.ru

(Поступила в Редакцию в окончательном виде 20 января 2010 г.)

Исследовано влияние легирования Ga на температурные зависимости ($5 \le T \le 300 \,\mathrm{K}$) коэффициента Зеебека α , проводимости σ , коэффициента теплопроводности \varkappa и термоэлектрической эффективности Z монокристаллов p-(Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃. Показано, что концентрация дырок при легировании Ga уменьшается, коэффициент Зеебека увеличивается, электропроводность уменьшается, термоэлектрическая эффективность увеличивается. Наблюдаемые изменения коэффициента Зеебека не могут быть полностью объяснены уменьшением концентрации дырок и указывают на заметное изменение плотности состояний, вызванное легированием галлием.

1. Введение

Исследование смешанных кристаллов $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$, обладающих высокой термоэлектрической эффективностью $Z = \alpha^2 \sigma / \varkappa$ [1] (где σ и \varkappa — соответственно электро- и теплопроводности, α — коэффициент Зеебека) представляет большой интерес. Одним из способов достижения максимальной термоэлектрической эффективности является введение различных легирующих примесей. Максимальному значению Z соответствует определенная концентрация носителей заряда, которая может изменяться при отклонении от стехиометрии или при легировании кристалла [2].

В качестве легирующих примесей можно использовать In, Sn, Ge и др. Для сохранения стехиометрического состава примеси вводят в виде соединений; например, In вводят в подрешетку $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$ в виде In₂Te₃, S — в подрешетку Те в виде Bi2S3 и т.д. Представляет интерес влияние In и Sn на гальваномагнитные, термоэлектрические свойства и энергетический спектр кристаллов $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$ в связи с необычным поведением этих примесей. Установлено, что введене элемента третьей группы Периодической системы элементов Менделеева Іп в кристаллы *p*-(Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃ [3,4] вызывает уменьшение концентрации дырок, т.е. индий производит донорный эффект, как в Sb₂Te₃ [5] и в Bi₂Te₃ [6]. Этот факт объясняется качественно [3] и количественно [4] взаимодействием введенного индия с антиструктурными заряженными точечными дефектами (наличие атомов Ві или Sb в позициях Te — Bi'_{Te} или Sb'_{Te}), ответственными в $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$ за исходную высокую концентрацию дырок. Индий замещает атомы висмута или сурьмы с образованием более полярной связи. Большая ионность связей в кристаллах $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$, легированных In, приводит к уменьшению числа антиструктурных дефектов Bi'_{Te} или Sb'_{Te} и, следовательно, к подавлению концентрации дырок. Более того, исследования под давлением показали, что In формирует примесную зону, что проявляется в росте концентрации дырок под давлением [7].

Наиболее ярко резонансная примесная зона проявляется в теллуридах висмута, легированных оловом. Это приводит к квантовому эффекту Холла, особенностям в различных эффектах, например Шубникова-де Гааза и Нернста-Эттингаузена [8–11]. Примесная зона увеличивает плотность состояний на уровне Ферми и термоэлектрическую эффективность, что приводит к росту термоэдс в промежуточной области температур [12]. Положение резонансной примесной зоны в Bi₂Te₃ с оловом определено экспериментально в [13,14]. Увеличение термоэдс в связи с образованием примесной зоны установлено недавно в PbTe, легированном Tl [15].

Эффект Шубникова-де Гааза является эффективным методом исследования поверхности Ферми полупроводников, концентрации носителей заряда и их эффективных масс. Знание формы поверхности Ферми и ее анизотропии позволяет получить анизотропию гальваномагнитных и термоэлектрических свойств материала. Однако в теллуриде сурьмы и твердых растворах на его основе такие измерения затруднены, так как в этих материалах концентрации носителей тока велики, а подвижности относительно невысокие, так что осцилляции магнетосопротивления начинаются в магнитных полях более 10 T, что требует для его исследования магнитных полей в несколько десятков тесла.

В свете указанного выше представляет большой интерес исследовать влияние Ga на эффект Шубникова– де Газа, гальваномагнитные и термоэлектрические свойства монокристаллов $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$. В настоящей работе исследуется влияние легирования Ga на термоэлектрические свойства монокристаллов p- $(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3$ в температурном интервале 5–300 K.

2. Образцы

В настоящей работе исследовались выращенные методом Бриджмена [16] ($Bi_{0.5}Sb_{0.5}$) Te_3 *р*-типа — как нелегированные, так и легированные галлием. Образцы для измерений с храктерными размерами $1 \times 1 \times 5$ mm

N₂	Состав	$ ho, \mathrm{m}\Omega\cdot\mathrm{cm}$	$R, \mathrm{cm}^3/\mathrm{C}$	μ , cm ² /V · s	$p, 10^{19} \mathrm{cm}^{-3}$
1	$(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3$	1.13	0.19	1680	3.29
2	$(B_{10.5}Sb_{0.5})_2$ Te ₃ {0.3 at.% Ga}	1.73	0.24	1390	2.58
3	$(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3\{2 at.\% Ga\}$	2.74	0.25	910	2.51

Таблица 1. Удельное сопротивление ρ , постоянная Холла *R*, подвижности μ и холловская концентрация дырок p = 1/eR для монокристаллов p-(Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃ при температуре T = 300 K

(с наибольшим размером вдоль оси С2) после скалывания по плоскостям спайности, перпендикулярным оси C_3 кристалла, вырезались на электроэрозионном станке. Электрические контакты припаивались сплавом BiSb. При измерениях эффекта Холла ток протекал вдоль бинарной оси С2, магнитное поле было направлено вдоль оси С3. При измерениях термоэдс и теплопроводности градиент температуры и тепловой поток были направлены вдоль оси С2. В табл. 1 приведены данные гальваномагнитных измерений для образцов кристаллов $p-(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3{Ga}$. Содержание галлия в табл. 1 указано по его количеству в исходной шихте. Как видно из табл. 1 холловская концентрация дырок уменьшается при легировании Ga. Для определения концентрации легких дырок и их энергии Ферми использован также эффект Шубникова–де Гааза при $T = 4.2 \, {\rm K}$ в магнитных полях до 30 Т.

3. Результаты измерений и их обсуждение

3.1. Температурные зависимости сопротивления. При понижении температуры удельное сопротивление уменьшается и при низких температурах выходит на насыщение для всех образцов (рис. 1). В температурном интервале 77–300 К удельное сопротивление зависит от температуры как $\rho \sim T^m$, где



Рис. 1. Температурные зависимости сопротивления $(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3{Ga}$ в логарифмическом масштабе. Концентрация Ga, at.%: I = 0, 2 = 0.3, 3 = 2.

 $m \sim 2$. Величина m = 1.5 соответствует при некоторых предположениях рассеянию на акустических фононах. Отклонение измеренной величины m от 1.5 может быть связано с температурной зависимостью эффективной массы. Отметим, что легирование Ga не изменяет наклон зависимостей сопротивления от температуры. Увеличение содержания Ga в кристаллах BiSbTe₃ приводит к заметному увеличению сопротивления при всех температурах (рис. 1) и коэффициента Холла (табл. 1) из-за уменьшения холловской концентрации дырок.

3.2. Эффект Шубникова-де Гааза. Эффект Шубникова-де Гааза исследовался при направлении магнитного поля **В** вдоль оси C_3 , когда перпендикулярные **В** экстремальные сечения всех шести эллипсоидов поверхности Ферми легких дырок совпадают и наблюдается одна частота в указанном эффекте [10,17]. Зависимости сопротивления исследованных образцов от магнитного поля приведены на рис. 2. Измерения проводились при температуре жидкого гелия в магнитных полях *В* до 30 Т. Наблюдаются гармоники основной частоты.



Рис. 2. Осциллирующая часть магнетосопротивления образцов (Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃{Ga}. *1-3* — то же, что на рис. 1.

В табл. 2 приведены частоты эффекта Шубниковаде Гааза и рассчитанные по ним значения энергий Ферми и концентраций легких дырок. Методики расчета энергии Ферми и концентрации дырок приведена в работах [10,17].

Легирование Ga уменьшает основную частоту осцилляций и, следовательно, уменьшает концентрацию дырок в образцах. Таким образом, Ga действует как донор,

Таблица 2. Частота осцилляций магнетосопротивления F, энергия Ферми E_F и концентрация легких дырок p_{SdH} из расчета по эффекту Шубникова-де Гааза

N⁰	Состав	F, T	$E_{\rm F}$, meV	$p_{SdH}, 10^{19} \mathrm{cm}^{-3}$
1 2	$\begin{array}{l} (Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3\\ (Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3\{0.3\ at.\%\ Ga\} \end{array}$	24 23	38.5 37.3	0.77 0.71
3	$(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3\{2 at.\% Ga\}$	21	34.7	0.63

хотя и является элементом III группы Периодческой системы элементов. Энергия Ферми также уменьшается с увеличением содержания галлия в (Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃.

Сравнение концентрации легких дырок, рассчитанных по эффекту Шубникова–де Гааза, p_{SdH} , с холловскими концентрациями дырок (табл. 1) показывает, что величины p_{SdH} меньше соответствующих холловских концентраций дырок. Это указывает на заполнение второй, более низкой зоны тяжелых дырок при таких концентрациях дырок. Однако, как следует из экспериментальных данных, в образцах (Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃{Ga} осцилляции магнетосопротивления от тяжелых дырок не наблюдались даже в сильных магнитных полях. Отсутствие осцилляций от нижней валентной зоны связано с более высокими значениями эффективной массы m_{hh} в этой зоне по сравнению с эффективной массой дырок в верхней валентной зоне m_{lh} ($m_{hh} \approx m_0, m_{lh} \approx 0.02m_0$ [5]).

При введении Ga в решетку Bi₂Te₃ галлий может быть донором, если он 1) замещает атомы Ві в узлах решетки или 2) занимает междоузельные позиции, где он ионизован [18]. В первом случае подавление концентрации дырок происходит по тому же сценарию, что и при легировании индием теллуридов висмута, сурьмы или кристаллов $(Bi_{1-x}Sb_x)_2Te_3$ [3–7]. Слабая полярность связей Sb-Te или Bi-Te приводит к наличию большого числа отрицательно заряженных антиструктурных дефектов решетки типа Віте или Sbre, поэтому исходные образцы имеют большую концентрацию дырок. Замещая висмут, например, галлий не имеет достаточного числа электронов на *p*-орбиталях, чтобы сформировать σ -связь, как у Ві и Те. Оставаясь нейтральным, дефект замещения GaBi (галлий на месте висмута) сам по себе не ведет к изменению концентрации дырок, но более низкая электроотрицательность Ga по сравнению с Bi (у Bi — 2.02, у Ga — 1.81) приводит к большей полярности связи между таким точечным дефектом и соседними атомами Те. Поэтому формирование антиструктурных дефектов Ві_{те} затруднено. Второй случай (междоузельное положение Ga) весьма вероятен, так как ионный радиус Ga намного меньше, чем у Bi. В этом случае при ионизации таких атомов концентрация дырок уменьшается [18].

3.3. Термоэлектрические свойства. Измерения теплопроводности и термоэдс монокристаллов (Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃(Ga) проводились в интервале температур 5–300 К. Температурный градиент был направлен

вдоль оси C_2 . На рис. 3, *а* приведены зависимости термоэдс α образцов, а на рис. 3, *b* — теплопроводности \varkappa от температуры. Легирование Ga увеличивает коэффициент Зеебека α : незначительно при легировании 0.3 at.% Ga и почти в 2 раза при легировании 2 at.% Ga. Теплопроводность \varkappa кристаллов (Bi_{0.5}Sb_{0.5})₂Te₃{Ga} изменяется незначительно, электрическое сопротивление растет (рис. 1). Все это приводит к тому, что значение безразмерной термоэлектрической эффективности *ZT* существенно увеличивается при легировании галлием (рис. 4).

В простой модели при квадратичном законе дисперсии и изотропном времени релаксации [1]

$$\tau = \tau_0 E^r \tag{1}$$

дифференциальная термоэдс *α* при произвольном вырождении имеет вид

$$\alpha(T) = \frac{k_B}{e} \left(\frac{(2r+5)F_{r+3/2}(\eta)}{(2r+3)F_{r+1/2}(\eta)} - \eta \right).$$
(2)

Здесь k_B — постоянная Больцмана, e — заряд электрона, $\eta = E_{\rm F}/k_BT$, $E_{\rm F}$ — энергия Ферми, r — параметр рассеяния (r = -1/2 для рассеяния на акустических



Рис. 3. Зависимость коэффициента Зеебека α (*a*) и теплопроводности \varkappa (*b*) от температуры. *1*–3 — то же, что на рис. 1.



Рис. 4. Зависимость безразмерной термоэлектрической эффективности *ZT* от температуры. *1–3* — то же, что на рис. 1.



Рис. 5. Зависимость коэффициента Зеебека α от температуры для $(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3$ (2 at% Ga). 1 — данные эксперимента, 2, 3 — расчет для рассеяния на акустических и оптических фононах соответственно, 4 — расчет по формуле (5).

фононах, r = 1/2 для рассеяния на полярных оптических фононах, r = 3/2 для рассеяния на ионизированных примесях), интеграл Ферми

$$F_{s}(\eta) = \int_{0}^{\infty} [x^{s}/(e^{x-\eta}+1)]dx.$$
 (3)

Для исследованных образцов с энергиями Ферми 34-38 meV (табл. 2) при комнатной температуре дырки находятся в промежуточном вырождении и для вычислений $\alpha(T)$ использовалась формула (2).

Результаты расчетов показаны на рис. 5 сплошными линиями для двух разных механизмов рассеяния: 2 — для рассеяния на акустических фононах, 3 — на оптических. При комнатных температурах это наиболее вероятные механизмы рассеяния, что следует из температурных зависимостей сопротивления (рис. 1), харак-

терных для металлов. Из сравнения экспериментальной и теоретических зависимостей видно, что при комнатной температуре наблюдается аномальный рост термоэдс. Это приводит к существенному росту термоэлектрической эффективности (рис. 4) в области комнатных температур.

Была предпринята попытка численно промоделировать влияние примеси Ga на термоэлектрические свойства монокристаллов (Bi_{0.5}Sb_{0.5})_{2-x}Ga_xTe₃ с учетом двух валентных зон. При проведении вычислений вклад междолинного рассеяния не учитывался ввиду малой концентрации дырок и, следовательно, малого объема долин в k-пространстве по сравнению с объемом первой зоны Бриллюэна. Для упрощения расчетов все долины считались сферическими. Эффективная масса в долинах легких дырок принималась равной геометрическому среднему главных компонент тензора эффективных масс $m_l^* = 0.106m_0$. Для тяжелых дырок масса принималась равной массе свободного электрона [5]. При расчетах использовались энергии Ферми легких дырок, определенные из эффекта Шубникова-Де Гааза (табл. 1). Таким образом, оставалось два неизвестных параметра, определяющих эффект Холла и эффект Зеебека: соотношение потенциалов деформации, определяющих рассеяние электронов, в подзонах легких и тяжелых дырок $\gamma = \tilde{N}_l/C_h$ и расстояние между максимумами валентных подзон Д. Эти две величины функционально связаны через известный коэффициент Холла. Эта связь была найдена численно. После этого при моделировании коэффициента Зеебека единственным подгоночным параметром являлась величина Д, изменение которой при увеличении содержания галлия отражает изменение плотности состояний. Функция распределения f была рассчитана путем решения кинетического уравнения Больцмана в приближении времени релаксации, которое справедливо для рассеяния на акустических фононах при упругом рассеянии. Время релаксации для рассеяния на акустических фононах $au_{l(h)}$ вычислялось отдельно для легких и тяжелых дырок по формуле [19]

$$\frac{1}{\tau_{l(h)}} = \frac{V}{2\pi^3} \frac{m_{l(h)}^*}{\hbar^2 k^3} \int_{0}^{2k} \omega(q)(2N_q + 1)q^3 dq, \qquad (4)$$

где V — объем кристалла; $\omega(q) = \frac{4\pi}{9N} \frac{C^2 q^2}{M \omega_q}$, N — количество носителей заряда, C — потенциал деформации, q — волновое число фонона; M — масса кристалла; $\omega_q = vq$ — частота продольных акустических волн, v — скорость продольных волн звука, $N_q = \frac{1}{\exp{\frac{\hbar vq}{k_BT} - 1}}$ — число заполнения фононов.

Расчет коэффициента Зеебека *α* также проводился путем решения кинетического уравнения Больцмана при наличии градиента температуры и электрического поля по формуле

$$\alpha = \frac{k_B}{e} \frac{\sqrt{m_l^* I_{3l}} + \sqrt{m_h^* I_{3h}}}{\sqrt{m_l^* I_{1l}} + \sqrt{m_h^* I_{1h}}},$$
(5)

$$I_{3l} = \int_{0}^{\infty} \tau_l \frac{\exp(\tilde{k}^2 - \frac{\varepsilon_F}{k_B T})}{\left(\exp(\tilde{k}^2 - \frac{\varepsilon_F}{k_B T}) + 1\right)^2} \left(\tilde{k}^2 - \frac{\varepsilon_F}{k_B T}\right) \tilde{k}^4 d\tilde{k},$$

$$\begin{split} I_{3h} &= \int_{0}^{\infty} \tau_{h} \frac{\exp\left(\tilde{k}^{2} - \frac{\varepsilon_{F} - \Delta}{k_{B}T}\right)}{\left(\exp\left(\tilde{k}^{2} - \frac{\varepsilon_{F} - \Delta}{k_{B}T}\right) + 1\right)^{2}} \left(\tilde{k}^{2} - \frac{\varepsilon_{F} - \Delta}{k_{B}T}\right) \tilde{k}^{4} d\tilde{k}, \\ I_{1l} &= \int_{0}^{\infty} \tau_{l} \frac{\exp\left(\tilde{k}^{2} - \frac{\varepsilon_{F}}{k_{B}T}\right)}{\left(\exp\left(k^{2} - \frac{\varepsilon_{F}}{k_{B}T}\right) + 1\right)^{2}} \tilde{k}^{4} d\tilde{k}, \\ I_{1h} &= \int_{0}^{\infty} \tau_{h} \frac{\exp\left(\tilde{k}^{2} - \frac{\varepsilon_{F} - \Delta}{k_{B}T}\right)}{\left(\left(\tilde{k}^{2} - \frac{\varepsilon_{F} - \Delta}{k_{B}T}\right) + 1\right)^{2}} \tilde{k}^{4} d\tilde{k} \end{split}$$

и \hat{k} — безразмерное волновое число электрона $\tilde{k} = k \frac{\hbar}{\sqrt{2m_{l(h)}^{k}k_{B}T}}.$

На рис. 5 штриховой линией 4 показаны результаты моделирования температурной зависимости коэффициента Зеебека монокристалла $(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3\{2 at.\% Ga\}$ при наилучшем согласии с экспериментальными результатами. Это получается при резком изменении параметра Δ , что в реальности соответствует увеличению плотности состояний на уровне Ферми. Одной из причин такого аномального роста плотности состояний может быть образование примесной зоны с делокализованными состояниями с большой эффективной массой при легировании Ga, как это наблюдалось при легировании Sn [8–14] или в PbTe, легированном Tl [15]. Это не удивительно, поскольку для элемента той же группы In образование примесных состояний в Bi_2Te_3 доказано экспериментально [6,7].

Таким образом, исследование влияния легирования Ga на термоэлектрические свойства монокристаллов $(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3$ показало аномальный рост термоэдс при комнатной температуре и увеличение безразмерной термоэлектрической эффективности при 300 K до 0.88. Сделано предположение об образовании примесных состояний в $(Bi_{0.5}Sb_{0.5})_2Te_3$ при легировании Ga.

Список литературы

- Б.М. Гольцман, В.А. Кудинов, И.А. Смирнов. Полупроводниковые термоэлектрические материалы на основе Bi₂Te₃. Наука, М. (1972). 320 с.
- [2] В.А. Кутасов, Л.Н. Лукьянова. ФТТ 38, 2366 (1996).
- [3] P. Lostak, J. Navratil, J. Sramkova, J. Horak. Phys. Status Solidi A 135, 519 (1993).
- [4] P. Lostak, S. Karamazov, J. Horak. Phys. Status Solidi A 143, 271 (1994).
- [5] V.A. Kulbachinskii, Z.M. Dashevskii, M. Inoue, M. Sasaki, H. Negishi, W.X. Gao, P. Lostak, J. Horak, A. de Visser. Phys. Rev. B 52, 10 915 (1995).
- [6] С.А. Азоу, В.А. Кульбачинский, Г.А. Миронова, С.Я. Скипидаров. ФТП 24, 2, 283 (1990).

- [7] N.B. Brandt, V.A. Kulbachinskii. Semicond. Sci. Technol. 7, 907 (1992).
- [8] V.A. Kulbachinskii, N.B. Brandt, P.A. Cheremnykh, S.A. Azou, J. Horak, P. Lostak. Phys. Status Solidi B 150, 237 (1988).
- [9] В.А. Кульбачинский, Н.Е. Клокова, С.Я. Скипидаров, Я. Горак, П. Лоштяк, С.А. Азоу. Вестн. МГУ. Сер. 3. Физика 30, 68 (1989).
- [10] V.A. Kulbachinskii, A.Yu. Kaminskii, R.A. Lunin, K. Kindo, Y. Narumi, K. Suga, S. Kawasaki, M. Sasaki, N. Miyajima, P. Lostak, P. Hajek. Semicond. Sci. Technol. **17**, 1133 (2002).
- [11] V.A. Kulbachinskii, A.Yu. Kaminsky, K. Kindo, K.Y. Narumi, K. Suga, S. Kawasaki, M. Sasaki, N. Miyajima, G.R. Wu, P. Lostak, P. Hajek. Phys. Status Solidi B **229**, 1467 (2002).
- [12] V.A. Kulbachinskii, H. Negishi, M. Sasaki, Y. Giman, M. Inoue, P. Lostak, J. Horak. Phys. Status Solidi B 199, 505 (1997).
- [13] В.А. Кульбачинский, Н.Е. Клокова, Я. Горак, П. Лоштяк, С.А. Азоу, Г.А. Миронова. ФТТ **31**, *1*, 205 (1989).
- [14] V.A. Kulbachinskii, M. Inoue, M. Sasaki, H. Negishi, W.X. Gao, K. Takase, Y. Giman, P. Lostak, J. Horak. Phys. Rev. B 50, 16921 (1994).
- [15] J.P. Heremans, V. Jovovic, E.S. Toberer, A. Saramat, K. Kurosaki, A. Charoenphakdee, S. Yamanaka, G.J. Snyder. Science **321**, 554 (2008).
- [16] В.А. Кульбачинский, П.М. Тарасов, Э. Брюк. ЖЭТФ 101, 3, 528 (2005).
- [17] V.A. Kulbachinskii, N. Miura, H. Nakagawa, C. Drashar, P. Lostak. J. Phys. C 11, 5273 (1999).
- [18] J. Navratil, P. Lostak, J. Horak. Cryst. Res. Technol. 26, 675 (1991).
- [19] А.И. Ансельм. Введение в теорию полупроводников. Наука, М. (1978). 615 с.