$Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$: новая альтернатива $Hg_{1-x}Cd_xTe$

© И.Н. Горбатюк, А.В. Марков, С.Э. Остапов[¶], И.М. Раренко

Черновицкий национальный университет им. Ю. Федьковича, 58012 Черновцы, Украина

(Получена 15 декабря 2003 г. Принята к печати 6 апреля 2004 г.)

Представлены исследования основных зонных параметров нового пятикомпонентного полупроводникового твердого раствора HgCdMnZnTe. Показано, что рассматриваемый материал по своим параметрам может успешно конкурировать с HgCdTe — основным материалом для инфракрасной фотоэлектроники в диапазонах 3–5 и 8–14 мкм.

1. Введение

Брагодаря своим уникальным физическим свойствам $Cd_xHg_{1-x}Te$ (КРТ) и сегодня остается основным материалом инфракрасной оптоэлектроники [1,2]. Варьированием состава твердого раствора можно получить КРТ с шириной запрещенной зоны от 0 до 1.6 эВ. Очень важным обстоятельством при этом является минимальное различие постоянных решетки между CdTe и $Cd_{0.2}Hg_{0.8}Te$, что позволяет с успехом использовать эти материалы для создания эпитаксиальных структур. Высокая подвижность носителей заряда в КРТ позволяет разрабатывать весьма быстродействующие приборы [3].

Основным недостатком КРТ является слабость химической связи Hg–Te, которая приводит к большому числу вакансий ртути и создает проблемы с обеспечением стабильного поведения поверхностей и границ раздела в структурах. Конечно, указанные проблемы отчасти разрешимы при помощи современной технологии, однако стоимость получаемого материала при этом многократно возрастает.

Таким образом, остается актуальным поиск путей улучшения стабильности и однородности кристаллов КРТ или синтез его аналогов с более совершенной и стабильной кристаллической решеткой. Этой цели можно достичь введением в твердый раствор элементов с меньшим, чем у КРТ, ионным радиусом, что приведет к стабилизации кристаллической связи Hg—Te. Такими изовалентными элементами, в частности, являются Mn и Zn, ионные радиусы которых (1.39 и 1.3 Å) значительно меньше, чем у кадмия (1.56 Å) [4–6].

Учитывая все вышесказанное, мы считаем, что пятикомпонентный твердый раствор $Cd_x Mn_y Zn_z Hg_{1-x-y-z} Te$ (КМЦРТ) с незначительным содержанием марганца и цинка (1–7%) должен выгодно отличаться от КРТ: а) большей временной и термической стабильностью; б) более высоким структурным совершенством; в) лучшими свойствами поверхности и границ раздела.

Данная работа и посвящена получению КМЦРТ и исследованию его зонных параметров.

2. Изготовление кристаллов и эксперимент

2.1. Получение кристаллов

Кристаллы КМЦРТ выращивались модифицированным методом зонной плавки из предварительно синтезированных однородных поликристаллических слитков диаметром 15–20 мм и длиной 15–18 см. Для синтеза твердых растворов использовались исходные компоненты Cd, Te, Zn, Hg чистотой не меньше 99.9999 мас% и Mn, чистотой 99.998 мас%, дополнительно очищенный двойной вакуумной дистилляцией.

Образцы для исследования оптических, электрофизических и механических свойств вырезались из шайб толщиной 500-600 мкм, полученных резкой слитка перпендикулярно направлению роста. Дефектный слой, образующийся при резке и шлифовке, удаляли полировкой с помощью алмазных паст ACM 2/1, ACM 1/0. Финишная обработка поверхности выполнялась химико-механической полировкой [7]. После роста все кристаллы имели *р*-тип проводимости.

2.2. Исследование микротвердости

Качественным свидетельством улучшения связи Hg-Te и стабилизации кристаллической решетки материала в присутствии Mn и Zn может служить увеличение микротвердости кристаллов. И если стабилизирующее влияние цинка на кристаллическую решетку материалов типа КРТ не оспаривается, то на счет влияния марганца единого мнения не существует. Несмотря на теоретическое предсказание об увеличении энергии связи Hg-Te в присутствии Mn [8], прямых экспериментальных доказательств этому нет. Более того, авторами работы [9], изучавшими влияние марганца на механические свойства (в том числе и микротвердость) широкозонных кристаллов $Cd_x Mn_{1-x}$ Te, делается вывод о дестабилизации кристаллических связей в кристаллах $A^{II}B^{VI}$ в присутствии ионов Mn^{2+} в количестве 10%.

Вместе с тем авторы [10,11] наблюдали рост микротвердости кристаллов $Cd_x Mn_{1-x}$ Те вплоть до 40% Mn.

В связи с этим нами были проведены исследования микротвердости кристаллов КМЦРТ с различным содержанием марганца и цинка в сравнении с КРТ и

[¶] E-mail: ostap@chv.ukrpack.net

Таблица 1. Микротвердость криста	ллов $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_y$.	Zn _z Te разных составов п	ри <i>T</i> = 300 K
----------------------------------	-------------------------------	--------------------------------------	---------------------

Состав кристаллов $(E_{ m g}=0.15{ m sB})$	<i>H</i> , кг / мм ²	Состав кристаллов $(E_{ m g}=0.3{ m sB})$	<i>H</i> , кг / мм ²
$\begin{array}{l} Hg_{0.8}Cd_{0.2}Te \\ Hg_{0.82}Cd_{0.16}Mn_{0.02}Te \\ Hg_{0.82}Cd_{0.15}Mn_{0.02}Zn_{0.01}Te \\ Hg_{0.84}Cd_{0.11}Mn_{0.04}Zn_{0.01}Te \end{array}$	$\begin{array}{c} 37.6 \pm 1.3 \\ 41.0 \pm 1.4 \\ 43.6 \pm 1.1 \\ 46.5 \pm 0.7 \end{array}$	$\begin{array}{l} Hg_{0.7}Cd_{0.3}Te \\ Hg_{0.73}Cd_{0.24}Mn_{0.03}Te \\ Hg_{0.73}Cd_{0.23}Mn_{0.03}Zn_{0.01}Te \\ Hg_{0.76}Cd_{0.17}Mn_{0.06}Zn_{0.01}Te \end{array}$	$\begin{array}{c} 47.3\pm1.6\\ 50.1\pm1.6\\ 53.7\pm1.0\\ 57.5\pm0.95\end{array}$

Таблица 2. Ширина запрещенной зоны исследуемых кристаллов $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$ при T = 300 K

№ образца	Состав	<i>E</i> _g , теория (2)	$E_{ m g},$ эксперимент
1	x = 0.215, y = 0.031, z = 0.02	0.301	0.291
2	x = 0.212, y = 0.04, z = 0.02	0.321	0.332
3	x = 0.178, y = 0.02, z = 0.01	0.260	0.257

 $Hg_{1-x-y}Cd_xMn_y$ Те, с приблизительно одинаковой шириной запрещенной зоны. Исследования проводились методом Виккерса при комнатной температуре. Результаты, суммированные по 12–15 измерениям, представлены в табл. 1.

Как видно из таблицы, даже при росте содержания ртути (от 80% до 84% в случае $E_g = 0.15$ эВ и от 70% до 76% в случае $E_g = 0.3$ эВ) микротвердость исследованных кристаллов растет как с увеличением содержания цинка, так и марганца. Такие результаты, несомненно, свидетельствуют об укреплении кристаллической решетки ртутьсодержащих материалов типа КРТ в присутствии небольших (до 5%) количеств как Zn, так и Mn.

2.3. Определение ширины запрещенной зоны

Ширина запрещенной зоны полученных кристаллов определялась из кривых оптического поглощения, представленных на рис. 1, и из температурной зависимости



Puc. 1. Спектры оптического поглощения для трех образцов $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe: 1 - x = 0.215, y = 0.031, z = 0.02; 2 - x = 0.212, y = 0.04, z = 0.02; 3 - x = 0.178, y = 0.02, z = 0.01.$

Физика и техника полупроводников, 2004, том 38, вып. 12

постоянной Холла и электропроводности. Полученные результаты хорошо коррелируют друг с другом.

Определенные таким образом значения ширины запрещенной зоны для трех образцов (см. рис. 1) составляли: для образца 1 — $E_{\rm g} = 0.291$ эВ, для образца 2 — $E_{\rm g} = 0.332$ эВ, для образца 3 — $E_{\rm g} = 0.257$ эВ.

3. Теоретические расчеты

Основные зонные параметры 5-компонентного тведого раствора $Hg_{1-x-y}Cd_xMn_y$ Те рассчитывались с помощью метода, описанного в [12], когда произвольный зонный параметр многокомпонентного твердого раствора может быть представлен композицией двух его составляющих. Для четырехкомпонентного твердого растовра любой зонный параметр *A* может быть представлен как

$$A(\mathrm{Hg}_{1-x-y}\mathrm{Cd}_{x}\mathrm{Mn}_{y}\mathrm{Te}) = 0.5A(\mathrm{Hg}_{1-u}\mathrm{Cd}_{u}\mathrm{Te}) + 0.5A(\mathrm{Hg}_{1-w}\mathrm{Mn}_{w}\mathrm{Te}), \quad (1)$$

где u = 2x, w = 2y. В соответствии с этим методом ширина запрещенной зоны $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$ вычислялась следующим образом:

$$E_{g}(Hg_{1-x-y-z}Cd_{x}Mn_{y}Zn_{z}Te)$$

$$= 0.5E_{g}(Hg_{1-x-2y}Cd_{x}Mn_{2y}Te)$$

$$+ 0.5E_{g}(Hg_{1-x-2z}Cd_{x}Zn_{2z}Te). (2)$$

Рассчитанные по формуле (2) значения ширины запрещенной зоны сравнивались с экспериментальными данными при комнатной температуре. Результаты представлены в табл. 2.

Как видим, и в случае 5-компонентного твердого раствора предложенный метод расчета зонных параметров показывает хорошее согласие с экспериментом. Отсчитывая энергию от дна зоны проводимости, для концентрации электронов в зоне проводимости можно записать, в согласии с моделью Кейна [13]:

$$n = \frac{2N_c}{\sqrt{\pi}} \int_0^\infty \frac{z^{1/2} (1 + z/\Phi)^{1/2} (1 + 2z/\Phi) \, dz}{1 + \exp(z - \eta)}, \qquad (3)$$

где N_c — эффективная плотность состояний в зоне проводимости, $\Phi = E_g/k_BT$ — приведенная ширина запрещенной зоны, $\eta = F/k_BT$ — приведенная энергия Ферми. В этом случае эффективная масса электронов у дна зоны проводимости описывается выражением

$$m_e^* = m_0 \left[1 + E_P \frac{E_g + 2\Delta/3}{E_g(E_g + \Delta)} \right]^{-1}.$$
 (4)

Здесь $E_P = 2m_0 P^2/\hbar^2$ и обычно в полупроводниках типа КРТ составляет величину 18–19 эВ, Δ — величина спин-орбитального расщепления зон. Значения Δ , как правило, выбираются из диапазона 0.95–1.08 эВ [4,13].

Концентрация дырок в валентной зоне вычислялась стандартным образом:

$$p = 4\pi \left(\frac{2k_{\rm B}Tm_{\rm hh}^*}{h^2}\right)^{3/2} F_{1/2}(\eta + \Phi), \tag{5}$$

где $m_{\rm hh}^*$ —эффективная масса тяжелых дырок, $F_{1/2}(\eta + \Phi)$ — функция Ферми–Дирака. Значения E_P и спин-орбитального расщепления Δ , а также эффективная масса тяжелых дырок при расчетах принимались равными: $E_P = 18$ эВ, $\Delta = 1$ эВ, $m_{\rm hh}^* = 0.55m_0$.

Эффективная масса электронов в КМЦРТ в случае полного вырождения рассчитывалась следующим образом [13]:

$$\left(\frac{m_e^*}{1-m_e^*}\right)^2 = 32.5 \cdot 10^{-32} E_g^2 / P^4 + 8.27 \cdot 10^{-30} n_i^{2/3} / P^2, \qquad (6)$$

где P — матричный элемент оператора момента импульса, n_i — собственная концентрация. Поскольку мы принимали $E_P = 18$ эВ, следовательно $P = 8.28 \cdot 10^{-8}$ эВ · см. Такое значение P получено из наилучшего совпадения результатов расчетов с экспериментальными данными. Следует отметить, что величины $P = (8.2-8.5) \cdot 10^{-8}$ эВ · см являются обычными для полупроводников типа КРТ [4].

4. Обсуждение результатов

Результаты расчетов концентрации собственных носителей n_i в сравнении с экспериментом представлены на рис. 2. Из рисунка видно, что теоретические кривые хорошо согласуются с экспериментальными значениями в области собственной проводимости. Особый интерес, на наш взгляд, представляет образцец $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_z$ Те с x = 0.14, y = 0.014, z = 0.01, поскольку, судя по значениям концентрации и характеру кривой, область собственной проводимости простирается у него вплоть до 100 К, что в свою очередь говорит о малом содержании дефектов и, соответственно, о качестве полученных кристаллов КМЦРТ. Рассчитанные зависимости $n_i(T)$ для остальных исследованных образцов также демонстрируют хорошее согласие с экспериментом, однако область собственной проводимости появляется на экспериментальных кривых в этих образцах лишь при T > 180 К.

Для сравнения на рис. 2 представлены температурные зависимости концентрации собственных носителей для $Hg_{0.8}Cd_{0.2}Te$ (кривая A) и $Hg_{0.7}Cd_{0.3}Te$ (кривая B), рассчитанные по эмпирической формуле для концентрации собственных носителей в КРТ [14]. Как видим, образец $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$ (x = 0.14, y = 0.014, z = 0.01) по концентрации собственных носителей соответствует $Hg_{0.8}Cd_{0.2}Te$, хотя по ширине запрещенной зоны — $Hg_{0.817}Cd_{0.183}Te$. Аналогично $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$ (x = 0.21, y = 0.025, z = 0.012) соответствует по кон-



Рис. 2. Температурные зависимости собственной концентрации в образцах $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$ разных составов. Штрихпунктирные кривые — расчет для твердых растворов: $A - Hg_{0.8}Cd_{0.2}Te; B - Hg_{0.7}Cd_{0.3}Te.$



Рис. 3. Температурные зависимости приведенного уровня Ферми для исследованных кристаллов Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe.

Физика и техника полупроводников, 2004, том 38, вып. 12

Таблица 3. Сравнение эффективных масс электронов в кристаллах $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_z$ Те и $Hg_{1-x}Cd_x$ Те при T = 300 К

Состав кристалла КМЦРТ	E _g ,эВ	Концентрация носителей, <i>N</i> , см ⁻³	m_e/m_0 , расчет (6)	<i>m_e/m</i> ₀ , теория [15]	<i>m_e/m</i> ₀ , эксперимент [15]	Состав КРТ [15]
$ \begin{array}{l} x = 0.14, \ y = 0.014, \ z = 0.01 \\ x = 0.166, \ y = 0.02, \ z = 0.01 \\ x = 0.16, \ y = 0.03, \ z = 0.02 \end{array} $	0.131 0.182 0.223	$\begin{array}{c} 2.4\cdot 10^{18} \\ 6.7\cdot 10^{17} \\ 2.8\cdot 10^{18} \end{array}$	0.049 0.034 0.052	0.045 0.035 0.049	0.049 0.033 0.048	0.18 0.22 0.25

Примечание. В последней колонке приведены значения x для твердых растворов $Cd_xHg_{1-x}Te$ с близкими величинами E_g .

Таблица 4. Сравнение эффективных масс электронов в кристаллах $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$ и $Hg_{1-x}Mn_xTe$ при T = 300 K

Состав кристалла КМЦРТ	Eg,эВ	Концентрация носителей, <i>N</i> , см ⁻³	m_e/m_0 , расчет (6)	<i>m_e/m</i> ₀ , теория [16]	<i>m_e/m</i> ₀ , эксперимент [16]	Состав МРТ [16]
x = 0.092, y = 0.01, z = 0.01	0.054	$1.5\cdot10^{17}$	0.019	0.019	0.0162	0.06
x = 0.14, y = 0.014, z = 0.01	0.131	$6.0 \cdot 10^{16}$	0.017	0.0194	-	0.09
x = 0.16, y = 0.015, z = 0.01	0.158	$5.5\cdot10^{17}$	0.031	0.0345	0.036	0.1

Примечание. В последней колонке приведены значения x для твердых растворов $Hg_{1-x}Mn_xTe$ с близкими величинами E_g .

центрации $Hg_{0.7}Cd_{0.3}$ Te, а по ширине запрещенной зоны — $Hg_{0.72}Cd_{0.28}$ Te.

Таким образом, концентрация собственных носителей в КМЦРТ несколько меньше, чем у КРТ при равных значениях ширины запрещенной зоны.

На рис. З показано поведение уровня Ферми для исследованных кристаллов. Видно, что практически все исследованные кристаллы не вырождены, за исключением КМЦРТ состава x = 0.14, y = 0.014, z = 0.01, уровень Ферми которого при T > 170 К попадает в зону проводимости. Такое поведение неудивительно, поскольку по ширине запрещенной зоны, как уже отмечалось, он соответствует Hg_{1-x}Cd_xTe (x = 0.183), поэтому и должен вести себя подобным образом.

Представляется интересным также сравнить эффективные массы КМЦРТ и КРТ для кристаллов с одинаковой шириной запрещенной зоны. В табл. 3 показаны результаты расчетов в сравнении с данными [15] при комнатной температуре. Из таблицы можно заключить, что эффективная масса электронов в КМЦРТ несколько больше, чем в КРТ, причем с увеличением содержания марганца и цинка разница возрастает. Это согласуется с выводом, сделанным в [16] при сравнении эффективных масс электронов в растворах MnHgTe (MPT) и КРТ. Сравнение наших расчетов с результатами [16] при T = 300 K показано в табл. 4. Видно, что эффективные массы электронов в КМЦРТ несколько меньше (примерно на 15%), чем у МРТ. Что касается значительных расхождений для образцов с $E_{\rm g}=0.054\,{
m sB},$ то и в работе [14] наблюдается аналогичное несовпадение теории с экспериментом, причем также в большую сторону. Причина, по-видимому, заключается в том, что данная теория плохо работает при приближении Eg к нулю.

Таким образом, введение марганца и цинка в твердый раствор КРТ приводит не только к увеличению микротвердости четырех- и пятикомпонентного материала, но и к уменьшению концентрации собственных носителей и увеличению эффективной массы электронов.

5. Заключение

Таким образом, в данной работе получены следующие результаты.

1. Методом модифицированной зонной плавки получены монокристаллы нового полупроводникового твердого раствора $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_z$ Те с различным содержанием Mn и Zn.

2. Исследована микротвердость полученных кристаллов. Показано, что значения микротвердости возрастают при увеличении содержания Mn и Zn в кристаллах, что свидетельствует об укреплении кристаллической решетки ртутьсодержащих материалов типа КРТ в присутствии небольшого (до 5–7%) количества как Zn, так и Mn.

3. Рассчитаны температурные зависимости концентрации собственных носителей в $Hg_{1-x-y-z}Cd_xMn_yZn_zTe$. Показано хорошее согласие расчетов с экспериментом в области собственной проводимости. Данная теория может применяться в диапазонах составов: $x \leq 0.3$, $y \leq 0.1$, $z \leq 0.1$ и температур $50 \leq T \leq 300$ К.

4. Рассчитаны эффективные массы электронов в невырожденном и вырожденном материале. Показано, что увеличение содержания марганца и цинка в твердом растворе приводит к увеличению эффективной массы электронов и уменьшению концентрации собственных носителей.

Список литературы

- J. Piotrowski, A. Rogalski. Sensors Actuators, A67, 146 (1998).
- [2] M.A. Kinch. J. Electron. Mater., 29, 809 (2000).
- [3] A. Rogalski. Infr. Phys. Technol., 43, 187 (2002).
- [4] A. Rogalski. Infr. Phys., 31, 117 (1991).
- [5] A. Rogalski. Progr. Quant. Electron., 13, 299 (1989).
- [6] Н.Г. Глузман, Н.К. Леринман, Л.Д. Сабирзянова и др. ФТП, 23 (6), 1032 (1989).

- [7] Н.Д. Раранский, И.М. Раренко, В.П. Шафранюк и др. Тез. докл. III Совещ. по межевузовской комплексной программе "Рентген" (Черновцы, Россия, 1989) с. 174.
- [8] A. Wall, C. Captile, A. Franciosi. J. Vac. Sci. Technol., A4, 818 (1986).
- [9] R. Grangler, A. Lasbley, S. Rolland, C.M. Petlefier, R. Triboulet. J. Cryst. Growth, 88, 682 (1988).
- [10] I.Rarenko, E. Rybak, Y. Stetsko, Z. Zakharuk. *EMRS Spring Meeting* (Strasbourg, Germany, 1995) Abstracts D-III, p. 409.
 [11] D.M. D.M. D.M. L. M. (2017) (2017).
- [11] P.M. Bridenbaugh. Mater. Lett., 3 (7,8), 287 (1985).
- [12] О.А. Бондарук, А.В. Марков, С.Э. Остапов и др. ФТП, 34 (4), 430 (2000).
- [13] J.J. Schmit. J. Appl. Phys., 41 (7), 2876 (1970).
- [14] J.R. Lowney, D.G. Seiler, C.L. Littler, I.T. Yoon. J. Appl. Phys., 71 (3), 1253 (1992).
- [15] И.М. Несмелова. Оптические свойства узкощелевых полупроводников (Новосибирск, Наука, 1992).
- [16] И.М. Несмелова. ФТП, 37 (11), 1296 (2003).

Редактор Т.А. Полянская

HgCdMnZnTe: a new alternative to HgCdTe

I.N. Gorbatyuk, A.V. Markov, S.E. Ostapov, I.M. Rarenko

Chernivtsi National University, 58012 Chernivtsi, Ukraine

Abstract This paper presents a theoretical and experimental investigation of basic band parameters of a new five-component HgCdMnZnTe semiconductor solid solution. It has been shown that the material in question can compete by its parameters with HgCdTe, a basic material for IR photoelectronics, over the $3-5\,\mu\text{m}$ and $8-14\,\mu\text{m}$ ranges.