## <sup>06</sup> Инжекционный фотодиод на основе *p*-CdTe

## © Ш.А. Мирсагатов, А.К. Утениязов

Физико-технический институт АН Узбекистана, Ташкент, Узбекистан E-mail: mirsagatov@rambler.ru Каракалпакский государственный университет им. Бердаха, Республика Каракалпакстан E-mail: abat-62@mail.ru

## Поступило в Редакцию 5 июля 2011 г.

На основе фоточувствительных крупноблочных пленок теллурида кадмия *p*-типа с удельным сопротивлением  $\rho \approx 10^6 - 10^7 \Omega \cdot \text{сm}$  создана Al*p*-CdTe-Mo-структура с барьером Шоттки, которая обладает свойствами инжекционного фотодиода. При пропускном направлении тока (когда "+" приложен к молибденовому контакту) и высоких уровнях освещенности она имеет токовую чувствительность  $S_{\lambda} \approx 2.6 \text{ A/W}$  при  $\lambda = 0.625 \,\mu\text{m}$ , которая в 5 раз превышает спектральную чувствительность идеального фотоприемника при этой длине волны излучения.

Существенным недостатком фотодиодов является низкая токовая фоточувствительность, так как в них квантовый выход не может быть выше единицы. Их использование в режиме лавинного умножения приводит к очень жестким требованиям к стабильности температуры и напряжения питания. Этих недостатков лишены инжекционные фотодиоды — новый класс фотоприемников с внутренним усилением. В инжекционных фотодиодах *p*-*n*-переход или другой потенциальный барьер (например, барьер Шоттки), способный инжектировать неосновные носители, изготавливается из высокоомных полупроводников с большой длиной диффузионного смещения, причем толщина базовой области (расстояние от инжектирующего до второго контакта) в несколько раз больше длины диффузионного смещения — "длинные диоды" [1]. Инжекционный фотодиод работает в режиме высоких уровней инжекции; проводимость базовой области определяется инжектированными носителями. Инжекционные фотодиоды созданы и исследованы на многих полупроводниках (легированные германий и кремний, арсенид

70

галлия, антимонид индия, твердые растворы соединений A<sup>3</sup>B<sup>5</sup> и другие материалы) [2]. Однако в литературе отсутствуют сведения о создании инжекционных фотодиодов на основе соединений A<sup>2</sup>B<sup>6</sup>, в частности на основе теллурида кадмия. Соединения A<sup>2</sup>B<sup>6</sup> обладает удачным сочетанием электрических и фотоэлектрических свойств, высокой фоточувствительностью, способностью к электролюминесценции, высокой термо- и радиационной стойкостью. Эти материалы имеют ширину запрещенной зоны, соответствующую полному спектру видимого и частично ультрафиолетового света, для них характерны прямые оптические переходы, что позволяет получать высокую эффективность генерации электронно-дырочных пар. Поэтому на основе теллурида кадмия ведутся интенсивные исследования по созданию солнечных элементов [3]. Кроме того, представляет большой интерес создание фотоприемников с внутренним усилением на их основе. Отсутствие инжекционных фотоприемников на основе соединений  $A^2B^6$ , вероятно, обусловлено трудностью получения *p*-типа проводимости во всех таких полупроводниковых материалах, кроме теллурида кадмия, и малым значением длины диффузионного смещения неосновных носителей.

Инжекционный фотодиод был создан путем напыления алюминия в вакууме  $\sim 10^{-5}$  Torr с толщиной  $\sim 400-500$  Å на поверхность высокоомных крупноблочных пленок теллурида кадмия р-типа проводимости с удельным сопротивлением  $\rho \approx 10^6 - 10^7 \Omega \cdot cm$ , с толщиной ~ 50 µm. Компенсированные крупноблочные поликристаллические *p*-CdTe-пленки, выращенные методом сублимации в потоке водорода, имели столбчатую структуру зерен (кристаллиты), которые пронизывают всю их толщину. Преимуществом таких поликристаллических пленок является то, что они в направлении своего роста обладают свойствами монокристаллов, а в горизонтальном направлении — свойствами поликристаллов. Границы зерен служат стоками для дефектов различного рода, что приводит к увеличению времени жизни носителей заряда в кристаллах. Тыловой контакт изготовлялся из молибдена. Таким образом, созданная Al-p-CdTe-Mo-структура с барьером Шоттки обладает выпрямляющими свойствами, причем коэффициент выпрямления, определяемый как отношение прямого и обратного тока при фиксированном напряжении (V = 5 V) составляет более четырех порядков (рис. 1). Прямым направлением тока в структуре считалось то, когда к Мо-контакту подавался "+" и обратным "-" полярности напряжения смещения. На первом участке ВАХ зависимость тока от напряжения описывается закономерностью термоэлектронной эмиссии,



**Рис. 1.** Прямая (1) и обратная (2) ветви ВАХ диода с барьером Шоттки (Al-*p*-CdTe-Mo) при комнатной температуре.

так как показатель экспоненты,  $c_1 \approx 1.03$ , почти равен единице. Высота потенциального барьера, определенная вольт-фарадными [4,5] и фотоэлектрическими [4] методами, имеет практически одинаковое значение, равное ~ 1.4 eV, что хорошо согласуется с ее расчетным значением, проведенным при условии отсутствия поверхностных состояний между металлом и полупроводником CdTe *p*-типа с учетом понижения барьера на  $\Delta(q\varphi)$  за счет эффекта Шоттки [4]. Здесь, вероятно, играет важную роль тонкий окисный слой алюминия (Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>) [6], который образуется в процессе напыления Al на поверхность пленки *p*-CdTe. Известно [6], что окисные слои типа SiO<sub>2</sub> и Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> обладают ионными связями и практически на их поверхности не образуются поверхностные состояния, в силу чего они эффективно пассивируют поверхностные состояния полупроводников с ковалентной связью.

Проведенный анализ прямой ветви темновой ВАХ Al-*p*-CdTe-Moструктуры (рис. 2, 3 и 4 участки) [7] показывает, что база струк-



Рис. 2. Прямая ветвь ВАХ типичного диода с барьером Шоттки (Al*p*-CdTe-Mo) в полулогарифмическом масштабе в темноте при T = 300 K,  $I = I_0 [\exp(qV/ckT) - 1]; I - c = 1.03$  и  $I_0 = 4 \cdot 10^{-10}$  A; 2 - c = 1.86 и  $I_0 = 1.1 \cdot 10^{-9}$  A; 3 - c = 14.8 и  $I_0 = 6 \cdot 10^{-6}$  A; 4 - c = 60 и  $I_0 = 4.1 \cdot 10^{-5}$  A.

туры высокоомная и отношение толщины базы к длине диффузии неосновных носителей заряда составляет ~ 3.5-5 при толщине базы (p-CdTe)~  $50\,\mu\text{m}$ , что соответствует длине диффузии неосновных носителей электронов  $14-10\,\mu\text{m}$ . Это в десятки раз превышает литературные данные [8]. Кроме этого, исследуемая структура фоточувствительна. Таким образом, установлено, что A1-p-CdTe-Mo-структура отвечает требованиям, предъявляемым к инжекционным фотодиодам [1]. Поэтому была исследована ВАХ данной структуры под действием лазерного облучения с  $\lambda = 0.625\,\mu\text{m}$  и мощностью 83 mW/cm<sup>2</sup> (рис. 3). Как видно из рис. 3, световая ВАХ резко отличается от темновой ВАХ как в прямом, так в обратном направлениях тока. Фототок ( $I_{ph}$ ) по величине намного превышает темновой ток ( $I_d$ ) при одном и том же напряжении смещения. Например,  $I_{ph}$  в 15–20 раз больше,



**Рис. 3.** Темновая (1) и световая (2) ВАХ диода Шоттки (Al-*p*-CdTe-Mo) при комнатной температуре при облучении лазером мощностью 83 mW/cm<sup>2</sup>.

чем  $I_d$  при V = 2 V и в 100 раз больше при  $V \approx 3.3$  V в прямом направлении тока. В обратном направлении тока фототок при  $V \approx 0.5$  V практически выходит на насыщение; и при этом отношение  $I_{ph}$  к  $I_d$  составляет не менее 10. После этого дальнейшее возрастание обратного смещения приводит к медленному увеличению  $I_{ph}$ , особенно это заметно начиная с  $V \approx 2$  V. С целью выяснения эффективности исследуемой структуры в качестве фотодиода был произведен расчет фототока. При облучении лазерными лучами с  $\lambda = 0.625 \,\mu$ m и мощностью 83 mW/cm<sup>2</sup> на поверхность структуры падает количество квантов  $Q_0 = 2.6 \cdot 10^{17}$  cm<sup>-2</sup> · s<sup>-1</sup> с энергией  $E \approx 1.984$  eV  $\approx 2$  eV. А количество квантов в базе (*p*-CdTe)-структуры, вычисленное по формуле  $Q = Q_0 S(1 - R)$ , составляет  $\sim 9 \cdot 10^{15}$  cm<sup>-2</sup> · s<sup>-1</sup> при значениях:  $S \approx 7 \cdot 10^{-2}$  cm<sup>2</sup> (площадь структуры),  $R \approx 0.4$  — доля отраженных квантов с  $E \approx 2$  eV от алюминиевой прослойки согласно проведенным

измерениям коэффициента отражения. Теперь допустим, что все кванты, попавшие в базу, поглощаются, причем все они образуют электроннодырочные пары, которые разделяются барьером без потерь. В таком случае генерированный фототок  $I_{ph} = qQ = 1.44 \cdot 10^{-3}$  А. В то же время в эксперименте  $I_{ph} \approx 9 \cdot 10^{-3}$  А при V = 3.3 V, что более чем в 6 раз превышает гипотетическое расчетное значение. Отсюда следует, что в данной структуре происходит усиление фототока. Наглядным подтверждением тому является тот факт, что токовая чувствительность такой структуры составляет  $\approx 2.6$  А/W, тогда как идеальный фотоприемник этой длины волны имеет токовую чувствительность 0.5 А/W [9], т.е. более чем в пять раз меньше. Под идеальным фотоэлектрическим прибором понимается тот, у которого отсутствует отражение от поверхности, внутренний квантовый выход  $\approx 1$  и все генерированные носители участвуют в формировании фототока.

Возрастание концентрации неравновесных электронов за счет фотогенерации создает дополнительный градиент неосновных носителей в толще слоя *p*-CdTe, что обусловливает увеличение диффузионного тока. Это приводит к модуляции сопротивления базовой области. Поскольку барьер Шоттки включен последовательно с сопротивлением базы, то изменение последнего приводит к изменению напряжения на барьере Шоттки Al-*p*-CdTe и изменению эмиссионного тока. Последнее обстоятельство вызывает новове изменение проводимости базы, новое перераспределение напряжения и новое усиление эмиссии электронов из металла (Al) в полупроводник (p-CdTe). Таким образом, обеспечивается значительное усиление первоначального фототока. Одним словом, рассмотренный фотодиод является разновидностью инжекционного фотодиода [1]. Проявление свойств инжекционного фотодиода Al*p*-CdTe-Mo-структурой подтверждается тем, что в базе (*p*-CdTe) длина диффузии неосновных носителей тока имеет достаточно высокое значение ( $\sim 10-14\,\mu m$ ), что в десятки раз больше значений, приведенных в других работах. А с другой стороны, в данной структуре токовая чувствительность намного меньше, чем у инжекционных фотодиодов, созданных на других материалах [2]. Это, вероятно, обусловлено тем, что исследуемая структура еще не оптимизирована и влияние тылового контакта (Мо) на токоперенос не установлено. Проведенный рентгенофазный анализ показывает, что на тыловом контакте образуется окисный слой типа МоО3, в результате чего на тыловом контакте также формируется МОП-структура типа Mo-MoO<sub>3</sub>-*p*-CdTe [10].

## Список литературы

- [1] Викулин И.М., Стафеев В.И. Физика полупроводниковых приборов. М.: Сов. радио, 1980. С. 164–176.
- [2] Викулин И.М., Курмашев Ш.Д., Стафеев В.И. // ФТП. 2008. Т. 42. В. 1. С. 113–127.
- [3] Pugh J.R., Mao D., Zhang J., Heben M.J., Nelson A.J., Frank A.J. // J. Appl. Phys. 2009. V. 74. N 4. P. 2619–2625.
- [4] Зи С. Физика полупроводниковых приборов. Т. 1. М.: Мир. 1984. С. 282– 270. (Sze S.M. Physics of sermiconductor devices. NY.: A Willey Inerscience Publication, 1981).
- [5] *Георгиу В.Г.* Вольт-фарадные измерения параметров полупроводинков. Кишинев: Штиинца, 1987. С. 64.
- [6] Милнс А., Фойхт Д. Гетеропереходы и переходы металл-полупроводник. М.: Мир, 1975. С. 149. (Milnes A.G., Feucht D.L. Heterojunctions and metalsemiconductors. N.Y., London: Acad. Press, 1972).
- [7] Стафеев В.И. // ЖТФ. 1958. Т. 28. В. 8. С. 1631–1639.
- [8] Zanio K. // Semiconductors and Semimetals. N 13. N.Y.: Acad. Press, 1978.
  P. 210.
- [9] Амброзяк А. Конструкция и технология полупроводниковых фотоэлектрических приборов. М.: Сов. радио, 1970. С. 167–170. (Ambroziak A. Konstrukcja i technologia przyrzadow fotoelektrycznych. Warszawa, 1967).
- [10] Мирсагатов Ш.А., Музафарова С.А., Баиев М.С., Ачилов А.С. // Узбекский физический журнал. 2009. В. З. С. 154–160.