Получение и фотоэлектрические свойства структур *n*-ZnO : Al/PdPc/p-Si

© Г.А. Ильчук, С.Е. Никитин, Ю.А. Николаев, В.Ю. Рудь[¶]*, Ю.В. Рудь, Е.И. Теруков

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021 Санкт-Петербург, Россия * Санкт-Петербургский государственный политехнический университет,

195251 Санкт-Петербург, Россия

(Получена 10 августа 2004 г. Принята к печати 9 сентября 2004 г.)

Методами вакуумной термической сублимации фталоцианина палладия, а затем магнетронного осаждения пленок ZnO:Al на подложки *p*-Si созданы фоточувствительные структуры *n*-ZnO:Al/PdP*c*/*p*-Si. Исследованы механизмы токопереноса и фоточувствительность полученных структур. Сделан вывод о перспективах применения структур на основе тонких пленок PdP*c* при создании фоточувствительных структур, использующих контакт между полупроводниками органической и неорганической природы.

Полупроводниковые свойства широкого класса синтетических фталоцианинов различных металлов известны давно [1] и только в последние годы потенциал этих веществ начал реализовываться при создании устройств оптоэлектроники нового поколения [2–4]. Недавно нами была установлена новая возможность использования гетероконтакта фталоцианина CuPc с неорганическим полупроводником (на примере Si) в качестве широкополосных фотопреобразователей оптического излучения [5]. В настоящей работе, являющейся развитием этого перспективного направления, представлены результаты первых исследований фотоэлектрических свойств гетероконтактов кремния с тонкими пленками еще одного представителя органических полупроводников данного класса — фталоцианина палладия PdPc.

Структуры получены термической вакуумной сублимацией порошкообразного фталоцианина палладия PdPc. Сублимация осуществлялась на полированную (111) поверхность пластин кремния *p*-типа проводимости (КДБ-0.03), которые в процессе сублимации находились при температуре около 50°С. В результате оптимизации условий сублимации были выращены однородно окрашенные в темно-синий цвет в проходящем свете лампы накаливания. Такие пленки имели зеркальногладкую наружную поверхность. Адгезия пленок PdPc в отношении поверхности кремния была достаточно хорошей и стабильной во времени. Толщина полученных пленок PdPc составляла $d \approx 0.5$ мкм и легко контролировалась временем процесса сублимации.

После завершения сублимации на постростовую поверхность выращенной пленки PdPc наносилась высокопроводящая прозрачная пленка *n*-ZnO: Al с концентрацией свободных электронов $n \approx 10^{20}$ см⁻³ при T = 300 К. Для нанесения пленок использовался метод магнетронного распыления мишени нелегированного оксида цинка ZnO в среде аргона и в присутствии чистого алюминия. Время нанесения пленок *n*-ZnO: Al с толщиной до ~ 1 мкм составляло 4 ч при температуре подложки PdPc/Si около 50°C и давлении аргона, равном 0.5 Па. Качество наружной поверхности выращенных в таких условиях пленок *n*-ZnO: Al было близким к качеству наружной поверхности пленки PdPc, которая в данном случае выполняла по отношению к пленке ZnO роль подложки. Следует также отметить достаточно хорошую адгезию пленки ZnO с поверхностью PdPc.

Полученные структуры n-ZnO:Al/PdPc/p-Si, как показали измерения их стационарных вольт-амперных характеристик (BAX), обладают четким эффектом выпрямления, как и структуры n-ZnO:Al/PdPc/p-Si [5]. На рис. 1 представлена типичная стационарная BAX одной из структур, пропускное направление в которой соответствует минусу внешнего смещения на пленке n-ZnO:Al. Коэффициент выпрямления K первых структур n-ZnO:Al/PdPc/p-Si, определенный как отношение прямого тока к обратному при напряжении смещения



Рис. 1. Стационарная вольт-амперная характеристика структуры n-ZnO: Al/PdPc/p-Si при T = 300 K. Пропускное направление соответствует положительной полярности внешнего смещения на подложке p-Si (КДБ-0.03).

433

[¶] E-mail: rudvas@spbstu.ru

U = 2 В, обычно не превышает ~ 5–8, что существенно ниже наблюдавшегося в полученных аналогичным образом структурах *n*-ZnO: A1/CuPc/p-Si [5]. Возможно, это связано с различиями в химической структуре молекул фталоцианинов, содержащих различные металлы [1,6].

Исследования ВАХ показали, что при прямых смещениях $U \le 0.2$ В темновой ток структур *n*-ZnO: Al/Pd*Pc*/*p*-Si описывается диодным уравнением [7]

$$I = I_s \exp\left(\frac{eU}{nkT} - 1\right),\tag{1}$$

где ток насыцения $I_s \simeq 10^{-9}$ А, а диодный коэффициент $n \simeq 3.7$ при T = 300 К. Высокие значения n дают основания предположить, что в полученных структурах проявляется туннельно-рекомбинационный механизм токопереноса, как и в случае включающих пленки фталоцианина меди структур n-ZnO: A1/CuPc/p-Si [5].

Из рис. 1 следует, что в области прямых смещений U > 1 В темновой ток начинает следовать линейному закону

$$I = \frac{U - U_0}{R_0},$$
 (2)

где напряжение отсечки для полученных структур $U_0 \cong 0.7 - 0.8$ B, а остаточное сопротивление $R_0 \cong 2 \cdot 10^5$ Ом.

Обратный ток изученных структур n-ZnO:Al/PdPc/p-Si с ростом напряжения в диапазоне *U* = 0.1–2.5 В подчиняется степенной зависимости $I \propto U^m$ и при этом показатель степени *m* возрастает с ростом U ($m \approx 0.8$ при U < 0.5 В), а в области $U > 1.5 \,\mathrm{B}$ возрастает до $m \approx 2.3 - 2.4$. С учетом [8,9] можно полагать, что при напряжениях U < 0.5 В прохождение обратного тока определяется туннелированием носителей или же происходит ограничение тока пространственным зарядом в режиме насыщения скорости, тогда как рост показателя *т* до значений, равных 2.3-2.4, требует введения в рассмотрение непрерывного экспоненциального распределения ловушек по энергиям [9]. Прямой ток в полученных структурах в области U > 0.3 В также описывается степенной зависимостью и значениями $m \approx 1.5$ в диапазоне U = 0.2 - 2.5 В, тогда как в области $U = 2.5 - 10 \,\mathrm{B}$ значения показателя увеличиваются до $m \approx 2.8$. Следовательно, с учетом [8,9] наблюдаемая степенная зависимость $I \propto U^m$ и значения показателя *т* указывают на то, что прямой ток при $U < 2.5 \,\mathrm{B}$ лимитируется токами, ограниченными пространственным зарядом в режиме подвижности, а рост *m* при $U > 2.5 \,\mathrm{B}$ может свидетельствовать об определяющем влиянии непрерывного распределения ловушек по энергиям.

Освещение структур n-ZnO:Al/PdPc/p-Si сопровождается появлением фотонапряжения, знак которого (минус на слое n-ZnO:Al) не зависит от интенсивности и энергии фотонов, а также локализации возбуждающего зонда (диаметр ~ 0.4 мм) вдоль поверхности полученных структур. Внешнее смещение при минусе на слое n-ZnO:Al соответствует прямому направлению

тока в полученных структурах. Максимальная вольтовая фоточувствительность для лучших структур составила $S_U^m = 2$ B/Bт. На рис. 2 представлена типичная спектральная зависимость относительной квантовой эффективности фотопреобразования η для одной из полученных структур *n*-ZnO: Al/Pd*Pc/p*-Si (кривая *1*) в сравнении с η структуры *n*-ZnO: Al/Cu*Pc/p*-Si (кривая *2*).

Главные закономерности спектров η структур на основе пленок двух разных фталоцианинов состоят в следующем. При освещении со стороны одинаковой для этих структур тонкопленочной широкозонной компоненты ZnO: Al спектры фоточувствительности оказываются широкополосными. Длинноволновый рост η в этих структурах начинается при $\hbar \omega \ge 1.1$ эВ и хорошо аппроксимируется характерным для непрямых межзонных переходов законом [10,11]

$$\eta \hbar \omega = A' (\hbar \omega - E_G)^2, \qquad (3)$$

где A' — коэффициент пропорциональности, а E_G — ширина запрещенной зоны полупроводника. При этом экстраполяция типа $(\eta\hbar\omega)^{1/2} \rightarrow 0$ для сравниваемых структур дает практически одинаковое значение



Рис. 2. Спектральные зависимости относительной квантовой эффективности фотопреобразования структур n-ZnO: Al/PdPc/p-Si (кривая 1) и n-ZnO: Al/CuPc/p-Si (кривая 2) при T = 300 K. Освещение структур естественным излучением со стороны слоя n-ZnO: Al. Спектры смещены вдоль оси ординат. Стрелками у кривых обозначено энергетическое положение спектральных особенностей фоточувствительности полученных структур.

 $E_G = 1.1 \, \text{эВ}$ при $T = 300 \, \text{K}$, что соответствует кристаллическому кремнию [10,12]. Следовательно, длинноволновая граница спектра *η* структур из пленок фталоцианинов с различными металлами (Си и Pd) определяется шириной запрещенной зоны их совпадающей узкозонной компоненты — p-Si. Начало коротковолнового спада фоточувствительности в сравниваемых структурах, как видно из рис. 2 (кривые 1 и 2), также практически совпадает и локализовано в окрестности энергии фотонов $\hbar\omega \approx 3.3$ эВ, что в свою очередь соответствует ширине запрещенной зоны ZnO [12]. Поэтому есть основания коротковолновую границу приписать прямым межзонным переходам в пленке ZnO. Наконец, максимальная фоточувствительность в сравниваемых структурах реализуется в промежутке между ширинами запрещенных зон веществ "входного окна" ZnO и подложки из кремния, что, вообще говоря, свойственно идеальным гетеропереходам [13].

Из рис. 2 можно также видеть, что спектральный контур $\eta(\hbar\omega)$ в зазоре между ширинами запрещенных зон ZnO и Si оказался существенно различным. Это обстоятельство в первую очередь можно связать с различиями фундаментальных свойств фталоцианинов Си и Pd. Так, в спектре фоточувствительности структуры с пленкой PdPc (кривая 1) имеется две ярко выраженные полосы: длинноволновая с максимальной фоточувствительностью в диапазоне $\Delta_1 \approx 1.8 - 2.2 \ \text{эВ}$ и коротковолновая с высокой фоточувствительностью в спектральной области $\Delta_2 \approx 2.88 - 3.35$ эВ, которые разделены четким минимумом при $\hbar \omega = 2.6$ эВ. В спектре η структуры с пленкой CuPc (кривая 2) выражен только один абсолютный максимум $\hbar\omega_1 = 2.6$ эВ. По всей видимости, эти различия в спектрах ($\eta(\hbar\omega)$) можно связать с дискретностью спектров оптического поглощения, свойственной таким органическим полупроводникам [1]. Для традиционных гетероструктур на неорганических полупроводниках "провалы" в спектрах фоточувствительности в глубине фундаментального поглощения их широкозонной компоненты, подобные обнаруженному в структурах n-ZnO:Al/PdPc/p-Si (рис. 2, кривая 1), до сих пор не отмечались, и это связано со сплошным характером спектра их фундаментального поглощения.

На наш взгляд, для характеристики спектров η фоточувствительных структур на основе пленок фталоцианинов разных металлов [1] можно использовать такой параметр, как полная ширина спектральных полос η на их полувысоте. В этом случае для длинноволновой полосы η структуры *n*-ZnO: Al/Pd*Pc*/*p*-Si получим $\delta_1 = 0.64$ эВ и для коротковолновой полосы $\delta_2 = 0.9$ эВ (рис. 2, кривая 1). Очевидно, что контроль толщины пленки PdPc позволит управлять спектральным контуром η таких структур. Переход к структурам n-ZnO:Al/CuPc/p-Si, как видно из рис. 2 (кривая 2), вызывает сильное возрастание значения полной ширины полосы фоточувствительности на ее полувысоте $\delta = 1.63$ эВ. Этот эффект связан с тем, что в спектре поглощения использованной при создании такой структуры пленки CuPc проявилась дискретность спектра поглощения фталоцианина меди, тогда как появление максимума фоточувствительности при $\hbar\omega^m \ge 2.6$ эВ может быть результатом наличия в спектре пропускания CuPc полосы оптической прозрачности.

Таким образом, впервые получены фоточувствительные структуры ZnO/PdPc/Si, которые могут найти использование при создании устройств фотоэлектроники с контролируемым контуром максимальной фоточувствительности. Очевидно также, что использование фталоцианинов различных металлов открывает новые возможности управления параметрами фотопреобразователей оптических излучений.

Список литературы

- [1] А.Т. Вартянян. ЖФХ, 22, 769 (1948).
- [2] C.C. Leznoff, A.B.P. Lever. *Phthalocyanine, Properties and Application* (Cambridge, VCH, 1989) p. 1.
- [3] N.B. Mckrown. *Phthalocyanine. Materials Syntesis, Structure and Function* (Cambridge. Cambridge University Press, 1998) p. 2.
- [4] P. Penmans, S.R. Forrest. Appl. Phys. Lett., 79, 126 (2001).
- [5] Г.А. Ильчук, Н.В. Климова, О.И. Коньков, С.Е. Никитин, Ю.А. Николаев, Л.М. Рудая, В.Ю. Рудь, Ю.В. Рудь, Е.И. Теруков, В.В. Шаманин, Т.А. Юрре. ФТП **38**, 1056 (2004).
- [6] Yi-Qun Wu, Dong-Hong Gu, Fu-Xi Gan, Jun-Dong Wang, Nai-Sheng Chen. Chin. Phys. Lett., 19, 1700 (2002).
- [7] С.М. Зн. Физика полупроводниковых приборов (М., Мир, 1984).
- [8] E. Hernandez. Cryst. Res. Techn., 33, 285 (1998).
- [9] Г. Ламперт, П. Марк. Инжекционные токи в твердых телах (М., Мир, 1973).
- [10] А.Н. Пихтин. Физические основы квантовой электроники и оптоэлектроники (М., Высш. шк., 1983).
- [11] К.В. Шалимова. Физика полупроводников (Энергия, М., 1976).
- [12] Физико-химические свойства полупроводниковых веществ. Справочник, под ред. А.В. Новоселовой (М., Наука, 1979).
- [13] А. Милнс, Д.Л. Фойхт. Гетеропереходы и переходы металл-полупроводник. (Мир, М. 1975).

Редактор Л.В. Беляков

Creation and photoelectrical properties of *n*-ZnO: Al/Pd*Pc*/*p*-Si structures

G.A. Ilchuk, S.E. Nikitin, Yu.A. Nikolaev, V.Yu. Rud*, Yu.V. Rud', E.I. Terukov

Ioffe Physicotechnical Institute, Russian Academy of Sciences, 194021 St. Petersburg, Russia * St. Petersburg State Polytechnical University, 195251 St. Petersburg, Russia

Abstract Photosensitive n-ZnO:Al/PdPc/p-Si structures have been obtained by methods of the vacuum sublimation of palladium phthalocyanine PdPc and subsequent magnetron sputtering ZnO:Al films on a p-Si sybstrate. The current transport mechanism and photosensitivity properties of structures obtained have been studied.