

**ОСОБЕННОСТИ СОБИРАНИЯ
НЕРАВНОВЕСНЫХ НОСИТЕЛЕЙ ЗАРЯДА,
ГЕНЕРИРОВАННЫХ ЭЛЕКТРОННЫМ ПОТОКОМ
В СТРУКТУРАХ НА ОСНОВЕ $a\text{-Si : H}$ И $a\text{-Si : C : H}$**

В. Г. Голубев, Л. Е. Морозова, А. Б. Певцов,
Н. А. Феоктистов, В. Ю. Флоринский

Физико-технический институт им. А. Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021,
Санкт-Петербург, Россия
(Получена 26 июля 1993 г. Принята к печати 2 сентября 1993 г.)

Представлены результаты исследования преобразования потока электронов с энергиями 3÷35 кэВ в электрический ток $p-i-n$ -структурами на основе аморфного гидрированного кремния и карбида кремния.

Выполнен численный расчет энергетической зависимости тока короткого замыкания преобразователя от энергии падающих электронов и его сравнение с экспериментом. Приведены спектральные и нагрузочные характеристики исследованных $p-i-n$ -структур в зависимости от содержания метана в газовой смеси, используемой при получении пленок аморфного карбида кремния. Из сопоставления расчетных и экспериментальных результатов определена величина энергии образования электронно-дырочной пары, равная 7÷8 эВ.

1. В настоящее время достаточно хорошо изучены процессы токопереноса в $p-i-n$ -структурах на основе гидрированного аморфного кремния ($a\text{-Si : H}$) при воздействии на них светового потока. Это нашло отражение в создании фотопреобразователей различных типов, где в качестве активных слоев используются пленки $a\text{-Si : H}$ и $a\text{-Si : C : H}$. В то же время проблемы, связанные с детектированием других видов излучений, в частности низкоэнергетических электронов, изучены существенно меньше. Основное внимание уделялось исследованию метастабильных дефектов, образующихся в пленках $a\text{-Si : H}$ под действием электронного облучения [1-3]. Характеристики же аморфных тонкопленочных структур, преобразующих энергию электронов E_b порядка нескольких кэВ в электрический ток, практически не рассматривались. Вместе с тем известны попытки создания макетов преобразователей энергии изотопных источников электронов с использованием кристаллических полупроводниковых материалов [4].

В настоящей работе проведены детальные исследования характеристик преобразования в электрический ток потока электронов с энергиями $E_b = 3 \div 35$ кэВ приборными структурами на основе тонких пленок аморфного гидрированного кремния.

2. Энергия электронов (с E_b порядка нескольких кэВ) обуславливает глубину их проникновения в вещество, близкую к значениям, имеющим место в случае поглощения солнечного света. Следовательно, можно ожидать, что при низких уровнях возбуждения представления, развитые для анализа работы солнечных батарей на основе аморфного кремния, позволяет адекватно описать работу элементов и в случае облучения их такими электронами. По этой причине при создании преобразователя электронного потока в качестве

базисных структур использовались солнечные элементы, технология изготовления и методы исследования которых развивались длительное время [5]. Поскольку взаимодействие высокозенергетических частиц с твердым телом имеет свою специфику, для оптимизации параметров устройств и выяснения условий, при которых они могут надежно функционировать, потребовались дополнительные исследования сортирования неравновесных носителей заряда. Это позволило, в частности, оценить применимость «световой» модели токопереноса в случае электронного возбуждения образца. Параметры преобразования определялись по нагрузочным характеристикам структур.

Облучение p - i - n -диодов на основе $a\text{-Si : C : H}$ электронами с указанными энергиями осуществлялось в камере объектов растрового электронного микроскопа РЭММА-202М, собранного по обычной трехлинзовой схеме. В стандартном режиме работы этого прибора плотность тока зонда достаточно велика и воздействие электронного потока вызывает деградацию $a\text{-Si : H}$ устройств. В ходе экспериментов было выяснено, что необходимо снижение плотности падающего электронного потока j_b до значений, меньших $0.3 \text{ нA}/\text{см}^2$. Для корректного выполнения экспериментов необходимо, чтобы площадь электронного пятна была немного менее активной площади образца, поэтому при проведении измерений использовался режим работы с отключенной объективной линзой. Аппертурная диафрагма при этом ограничивает расходимость пучка, определяя величину площади электронного пятна на образце, которая в большинстве случаев составляла 0.8 mm^2 . Однако в этих условиях при $E_b < 4 \text{ кэВ}$ измерения вольт-амперных характеристик (ВАХ) образцов становятся некорректными ввиду слишком малого числа генерированных неравновесных носителей. Поэтому применялись плотности тока зонда $1 \div 100 \text{ нA}/\text{см}^2$, но использовался импульсный режим измерений.

Параметры преобразователя электронного потока (КПД преобразования, ток короткого замыкания, напряжение холостого хода) определялись по его нагрузочной характеристике. Измерения тока зонда осуществлялись с точностью $\sim 8\%$, диапазон изменения энергии электронного пучка мог плавно варьироваться в пределах ($3 \div 35$) кэВ. Исследовавшиеся образцы состояли из нескольких слоев, последовательно нанесенных на кварцевую подложку. Фронтальным электродом служил полупрозрачный для электронов с указанной энергией слой титана. Далее осаждались n^+ - $, i$ - и p^+ -слои аморфного кремния (в ряде экспериментов в обратном порядке). В качестве тыльного электрода использовался слой проводящего окисла ИТО. Толщины (d) легированных слоев (n^+, p^+) составляли $60 \div 400 \text{ \AA}$, собственного слоя 5000 \AA , а фронтального и тыльного контактов $50 \div 100$ и 1000 \AA соответственно. Слои аморфного кремния осаждались методом высокочастотного разложения силана и метана в реакторе диодной конструкции. Контролировалось содержание метана в газовой смеси, характеризуемое соотношение $k\text{-CH}_4/(CH_4 + SiH_4)$, $0 < k < 0.33$. Варьирование величины k в указанных пределах вызывает изменение концентрации углерода в пленке от 0 до 0.2. Легирование осуществлялось путем добавления в смесь небольшого количества фосфина и диборана для получения n - и p -типов проводимости. Толщины n^+ - $, p^+$ - и i -слоев определялись методом лазерной интерферометрии непосредственно в процессе роста. На каждую подложку наносились 9 рабочих структур, имеющих площадь 3 mm^2 , контакт к которым располагался вне области электронного воздействия и обеспечивался пайкой или прижимным способом. Толщина фронтального электрода оценивалась по времени магнетронного распыления титановой мишени.

На рис. 1 представлена зависимость коэффициента сортирования неравновесных носителей Q от энергии пучка E_b , отражающая чувствительность образцов к энергии бомбардирующих их электронов. Величина Q определялась как отношение тока короткого замыкания структуры к току зонда — $Q = I_{sc}/I_b$.

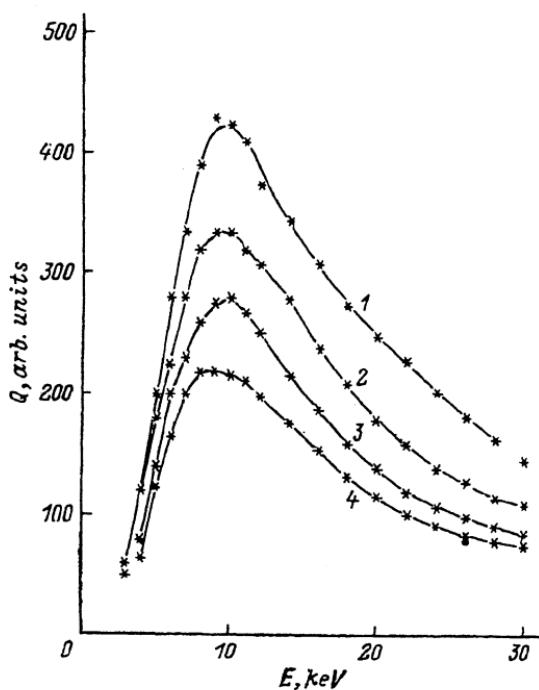


Рис. 1. Зависимости коэффициента сортирования (Q) $p-i-n$ -структур от энергии падающих электронов при различном содержании метана в газовой смеси с $k = \text{CH}_4/\text{CH}_4 + \text{SiH}_4$: 1 — 0, 2 — 0.12, 3 — 0.25, 4 — 0.33.

В области $E_b = 9 \div 11$ кэВ отклики элементов максимальны. При этом для структур с $k = 0$ (собственный слой без углерода) $Q \approx 400 \div 500$ и уменьшается по мере увеличения содержания метана в газовой смеси (кривые 2—4) до величины $Q \approx 220$ ($k = 0.33$). Качественно наблюдаемые энергетические зависимости коэффициента сортирования можно объяснить следующим образом. С увеличением энергии налетающих электронов поглощение их кремнием ослабевает, приводя к уменьшению числа генерированных в толще образца электронно-дырочных пар, вследствие чего в области высоких энергий наблюдается спад зависимости $Q(E_b)$. С другой стороны, понижение энергии E_b обусловливает уменьшение величины коэффициента размножения $M = E_b/E_{ch}$, где E_{ch} — энергия образования электронно-дырочной пары. Поэтому при низких значениях E_b наблюдается уменьшение протекающего через структуру тока и соответственно коэффициента сортирования.

Для выяснения вопроса о влиянии толщин n^+ - и p^+ -слоев на форму спектральной характеристики $Q(E_b)$ были сформированы структуры ITO— $p^+—i—n^+—Ti$ и ITO— $n^+—i—p^+—Ti$ с разными толщиными фронтальных легированных слоев (100, 200, 300 Å). Измерения в области сильного поглощения ($E_b = 5 \div 10$ кэВ) показали, что такое изменение толщин легированных слоев не влияет существенно на эффективность преобразования структуры. Действительно, глубина проникновения электронов с такими энергиями в $a\text{-Si:H}$ или $a\text{-Si:C:H}$ превышает 1000 Å. Поэтому слои толщиной 100÷300 Å являются для них практически прозрачными. Аналогично и тонкие пленки фронтального металлического электрода практически прозрачны для электронов с энергией более 3 кэВ. Так, при увеличении толщины пленки титана от 50 до 100 Å изменения тока составили менее 10%.

Кроме энергетических зависимостей коэффициента сортирования были выполнены исследования нагрузочных характеристик. Напряжение холостого хода

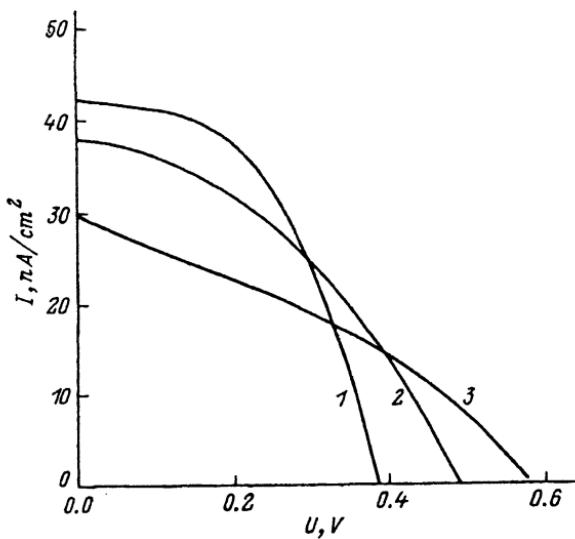


Рис. 2. Нагрузочные характеристики $p-i-n$ -структур при различном содержании метана в газовой смеси с k : 1 — 0, 2 — 0.12, 3 — 0.33.

U_{oc} составило 0.35 В в максимуме спектральной чувствительности элемента. Для повышения величины напряжения холостого хода в пленку аморфного кремния вводился углерод. То, что элементы с углеродосодержащими слоями обладают большим U_{os} , является следствием возрастания оптической ширины запрещенной зоны E_g и подтверждено экспериментально в случае фотопреобразователей. На поглощение электронов величина E_g влияет слабо, поэтому ожидалось, что ток короткого замыкания структуры практически не изменится при введении углерода. Однако, как показывают спектральные зависимости $Q(E_b)$ (рис. 1), I_{sc} уменьшается почти в два раза, когда содержание углерода в газовой фазе изменяется от $k = 0$ до $k = 0.33$. По-видимому, это является следствием уменьшения параметра $\mu\tau$ (произведение подвижности μ на время жизни носителей τ), определяемого возрастающей в этих условиях плотностью локализованных состояний в щели подвижности $a\text{-Si : C : H}$. Тем не менее эффект возрастания U_{oc} действительно имеет место. В структурах, полученных при $k = 0.33$, U_{id} достигает 0.60 В. Одновременно при этом ухудшается форма нагрузочной характеристики (рис. 2), однако коэффициент полезного действия элемента КПД = $q * FF * Q^* U_{oc} / E_b$ [q — заряд электрона, FF — коэффициент заполнения нагрузочной характеристики, определяемый как $FF = P_{max} / (I_{sc} \cdot U_{oc})$, где P_{max} — максимальная мощность преобразователя] изменяется слабо.

Энергетические зависимости коэффициента заполнения нагрузочной кривой (FF) для образцов, собственный слой которых получен при различном содержании метана в газовой смеси, представлены на рис. 3. В области низких энергий падающих электронов наблюдается резкое убывание величины FF по мере уменьшения E_b . Наилучшее значение коэффициента заполнения достигается в области максимума спектральной чувствительности элемента. Образцы с высоким содержанием углерода обнаруживают более сильное влияние энергии бомбардирующих электронов на вид нагрузочной характеристики во всем диапазоне изменения E_b . Падение величины FF при энергиях меньше 5 кэВ, по-нашему мнению, свидетельствует о возрастании влияния поверхностной рекомбинации в случае, когда неравновесные носители генерируются вблизи границы раздела легированный слой— i -слой.

Подтверждением этого вывода служит аналогичное ухудшение FF при освещении синим (сильно поглощающимся вблизи границы легированный—

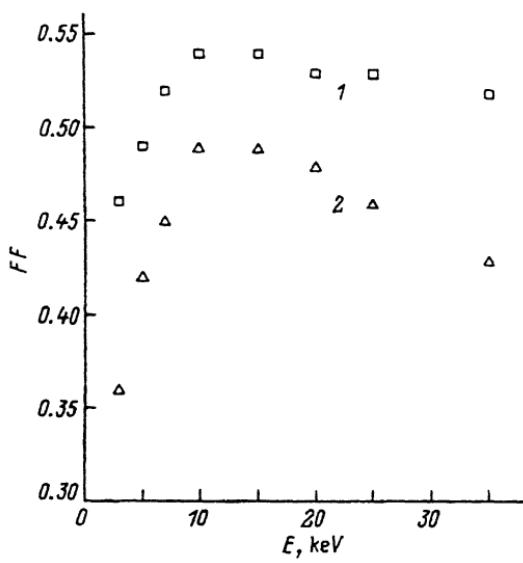


Рис. 3. Энергетические зависимости коэффициента заполнения (FF) для $p-i-n$ -структур на основе: 1 — $a\text{-Si : H}$ ($k = 0$), 2 — $a\text{-Si : C : H}$ ($k = 0.33$).

собственный слой) светом по сравнению с освещением красным светом этих же $p-i-n$ -структур. Таким образом, можно сделать вывод, что влияние поверхностной рекомбинации ограничивает чувствительность исследованных структур в области малых энергий падающих электронов ($E_b < 5$ кэВ).

Отметим, что КПД преобразования энергии падающего потока составил $\sim 1.0 \div 1.5\%$ в максимуме спектральной чувствительности.

3. Теоретическое описание полученных результатов осуществлялось с помощью модифицированной теории токопереноса генерированных светом неравновесных носителей заряда, развитой ранее для солнечных элементов на основе аморфного кремния [6]. Основными приближениями этой модели являются низкий уровень возбуждения и постоянство времен жизни электронов и дырок. Система уравнений имеет стандартный вид [6] и решается численными методами. В отличие от светового воздействия, при котором скорость генерации электронно-дырочных пар $G(x)$ экспоненциально затухает с увеличением расстояния x от поверхности фотоприемника, сложный характер взаимодействия электронов с энергиями порядка нескольких кэВ с твердым телом определяет немонотонный характер зависимости $G(x)$:

$$G(x) = \frac{I_b}{qE_{eh}} \cdot \frac{dE}{dx}, \quad (1)$$

где dE/dx — потери энергии налетающего электрона на единицу длины пробега. Обычно они вычисляются с помощью нормализованной функции $b(y)$, вид которой определялся в ряде работ. Мы применили аппроксимацию Эверхарта [7]: $b(y) = 0.60 + 6.21y - 12.40y^2 + 5.69y^3$. Тогда

$$\frac{dE}{dx} = \frac{fE_b}{R_g} b(y), \quad (2)$$

где $y = x/R$, R — длина пробега электронов в твердом теле. В настоящей работе для нее использовалось эмпирическое выражение $R_g = (4.28 \cdot 10^{-6}/\rho) \cdot E_b^{1.75}$, ρ — плотность аморфного кремния в $\text{г}/\text{см}^3$, E_b измеряется в кэВ, величина R_g — в см. Обратное рассеяние электронов учитывается введением множителя

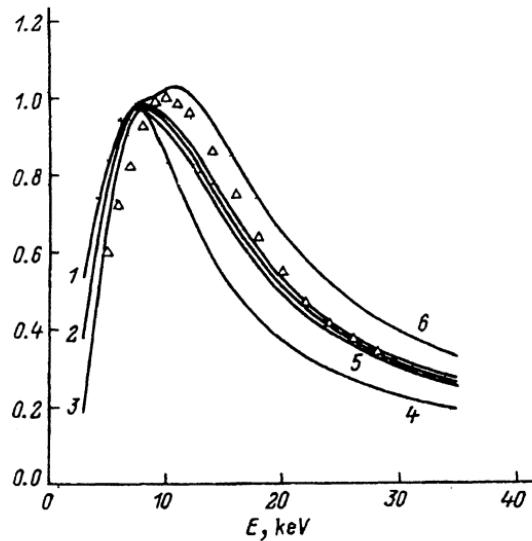


Рис. 4. Расчетные зависимости $Q(E)$ для различных толщин фронтального легированного слоя d , Å: 1 — 0, 2 — 300, 3 — 600 и для разных коэффициентов отражения от тыльной поверхности: 4 — 0, 5 — 0.25, 6 — 0.5. Треугольниками представлена экспериментальная зависимость $Q(E)$ для $p-i-n$ -структур на основе $a\text{-Si : H}$ ($k = 0$).

$f = 0.9$ для кремния. Результаты расчета спектральной зависимости коэффициента собирания представлены на рис. 4. Совпадение с экспериментальными результатами достаточно хорошее, причем продемонстрировано влияние отражения от заднего контакта на форму кривой $Q(E_b)$. Специфика электронного возбуждения (в отличие от светового) проявляется, помимо использования функции генерации в виде (1), также и в необходимости более сложного учета отражения от второго (тыльного) контакта. Если для простоты рассмотреть случай нормального падения, то число отраженных электронов $N \cos \varphi$ (φ — угол с нормалью к поверхности). Следовательно, значительное число высоконергетичных электронов проходит в пленке путь, существенно превышающий ее толщину. Поэтому вычисления, использующие коэффициенты отражения, полученные из данных по обратному рассеянию электронов твердыми телами, дают заниженное число генерированных электронно-дырочных пар, что может привести к сдвигу рассчитанной спектральной зависимости в сторону низких энергий.

Сопоставление теоретической и экспериментальной спектральных зависимостей $Q(E_b)$ позволило оценить величину энергии, необходимую для рождения одной электронно-дырочной пары. Она оказалась равной $7 \div 8$ эВ, что существенно превышает значение $E_{ch} = 3.6$ эВ, имеющее место в случае кристаллического кремния. Такое заметное различие энергий можно понять, учитывая два обстоятельства. Во-первых, как было показано для кристаллических полупроводников Клейном [8], существует взаимосвязь между шириной запрещенной зоны E_g и E_{ch} : $E_{ch} = (2.67E_g + 0.87)$ эВ. Учитывая ширину щели аморфного кремния ($E_g \approx 1.7$ эВ), получаем значение $E_{ch} = 5.6$ эВ. Во-вторых, в аморфном материале из-за отсутствия дальнего порядка имеется гораздо больше возможностей диссипации энергии первичного пучка без образования неравновесных носителей заряда (в частности, за счет образования метастабильных дефектов типа оборванных связей), что увеличивает потери энергии и вызывает возрастание E_{ch}). Поэтому технологические особенности изготовления пленок $a\text{-Si : C : H}$ могут сильно влиять на величину E_{ch} , затрудняя сравнение между собой

данных, полученных в разных лабораториях. Тем не менее значение $E_{ch} = 4.8$ эВ, приводимое в [9] (облучение α -частицами), представляется нам явно заниженным.

4. Таким образом, анализ работы $p-i-n$ -структур на основе аморфного кремния при облучении их электронами с энергиями 3÷35 кэВ позволяет заключить, что их можно применять в качестве преобразователей электронного потока при низких уровнях возбуждения.

Теория токопереноса, разработанная для $a\text{-Si : H}$ фотопреобразователей, позволяет получить хорошее соответствие с экспериментальными результатами и в случае облучения структур электронами. Для этого необходимо использовать другой вид функции генерации и учесть угловое распределение отраженных от тыльного контакта электронов. Кроме того, показано следующее:

1) величина энергии образования электронно-дырочной пары составляет $7 \div 8$ эВ;

2) поверхностная рекомбинация не влияет на работу $a\text{-Si : H}$ и $a\text{-Si : C : H}$ $p-i-n$ -структур при энергиях электронов, больших 5 кэВ;

3) эффективность преобразования электронного потока в электрический ток достигает 1% в максимуме спектральной чувствительности;

4) повышение содержания углерода в пленке $a\text{-Si : C : H}$ существенно увеличивает напряжение холостого хода элемента (до 0.60 В), что сопровождается незначительным уменьшением КПД преобразования.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- [1] U. Schneider, B. Schroder. Sol. St. Commun., 69, 895 (1989).
- [2] U. Schneider, B. Schroder. J. Non-Cryst. Sol., 114, 633 (1989).
- [3] F. Scholz. J. Non-Cryst. Sol., 137—138, 259 (1991).
- [4] P. Rappaport. Phys. Rev., 93, 246 (1954).
- [5] Аморфные полупроводники и приборы на их основе (под ред. И. Хамакавы), 376. М. (1986).
- [6] D. Gutkowicz-Krusin, C. R. Wronski, T. Tiedje. Appl. Phys. Lett., 38, 87 (1981).
- [7] T. Everhart, P. Hoff. J. App. Phys., 42, 5837 (1971).
- [8] G. Klein. J. Appl. Phys., 39, 2028 (1968).
- [9] V. Perez-Mendenz, G. Cho et al. J. Non-Cryst. Sol., 137—138, 1291 (1991).

Редактор Т. А. Полянская