Гамма-индуцированные метастабильные состояния легированного аморфного гидрированного кремния

© М.С. Аблова, Г.С. Куликов, С.К. Першеев

Физико-технический институт им, А.Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021 Санкт-Петербург, Россия

(Получена 6 июня 1997 г. Принята к печати 10 июня 1997 г.)

Исследована температурная зависимость электропроводности легированных В и Р пленок *a*-Si:H до и после γ -облучения от источника ⁶⁰Co. Доза облучения составляла $10^{17} - 10^{18}$ фот/см². Обнаружено существенное различие в поведении пленок *n*- и *p*-типа. Электропроводность пленок *p*-типа слабо (в 2–3 раза) увеличивается, а электропроводность пленок *n*-типа резко (на 2–3 порядка) уменьшается. Наблюдаемое различие объясняется разным характером перераспределения зарядов на оборванных кремниевых связях D⁺ и D⁻ под влиянием γ -облучения. Сопоставление полученных результатов с литературными данными позволяет сделать заключение об индуцировании γ -квантами метастабильных состояний *a*-Si:H, которые обусловлены движением связанного водорода.

Введение

Изучение влияния ү-облучения на свойства аморфного гидрированного кремния (a-Si:H) позволяет получить ценную информацию о дефектах в материале, насыщенном оборванными связами. Так, О. Имагава с соавт. [1], используя у-облучение, изучали в собственном a-Si:Н основные дефекты, которыми являются оборванные кремниевые связи в 3 электронных состояниях: D⁺, D⁰ и D⁻. Было установлено, что γ -кванты, проходя сквозь пленку *a*-Si:H, не создают новых оборванных связей D⁰ (как это происходит, например, при облучении видимым светом), а вызывают перераспределение зарядов на оборванных связях с преобладанием пустых состояний D⁺. Поскольку в работе [1] был исследован только нелегированный материал, мы провели исследование влияния үоблучения на электрические свойства a-Si:H, легированного Р и В.

Методика исследования и экспериментальные результаты

Пленки для исследования были получены разложением смеси газов моносилана (SiH₄) и фосфина (PH₃) или диборана (B₂H₆) в высокочастотном тлеющем разряде при температуре подложки из кварца 290°С. Соотношение газовых компонент при осаждении пленок составляло [B₂H₆]/[SiH₄] = $2 \cdot 10^{-2}$ и [PH₃]/[SiH₄] = $3 \cdot 10^{-2}$. Содержание водорода в пленках, по данным ИК спектроскопии, составляло 10-12%. Толщина пленок — 0.2-0.5 мкм.

Облучение проводилось на воздухе при комнатной температуре потоком мощностью $7.7 \cdot 10^{11}$ фотон/(см² · c) от источника ⁶⁰Со. Дозы облучения составляли $7.3 \cdot 10^{17}$ и $1.6 \cdot 10^{18}$ фотон/см². Так как глубина проникновения γ -фотонов превышала толщину пленки, можно было считать, что дефекты создаются однородно по всему объему пленки. До и после γ -облу-

чения определялась температурная зависимость темновой проводимости. Для определения знака носителей измерялась также термоэдс при комнатной температуре.

На рис. 1, a и 1, b представлены основные результаты измерений: типичные кривые $\lg \sigma = f(1/T)$ для образцов *п*-и *р*-типа до и после облучения. Как следует из полученных результатов, в поведении облученных пленок *п*-и *р*-типа наблюдается существенное различие. В то время как электропроводность пленок р-типа в интервале температур 20-100°C слабо увеличивается (приблизительно в 2-3 раза), электропроводность пленок *п*-типа в том же интервале температур и при тех же дозах облучения резко уменьшается (примерно на 3 порядка). При этом после облучения пленки сохраняют исходный тип проводимости. С увеличением дозы облучения энергия активации проводимости у пленок *р*-типа уменьшается от 0.22 до 0.14 эВ, а у пленок *п*-типа увеличивается от 0.2 до 0.36 эВ. Отметим, что для пленок *n*-типа в интервале 72-127°C наблюдаются значения энергии активации $E_A > 1$ эВ, которые, вообще говоря, нетипичны для легированного *a*-Si:H.

Наблюдаемые после γ -облучения изменения электропроводности являются обратимыми, поскольку в результате нагрева облученных пленок *n*- и *p*-типа до 200°С (в процессе измерения электропроводности), а также хранения при комнатной температуре в течение 40–60 дней их электропроводность восстанавливалась до исходных значений.

Заметим, что аналогичные различия в величине темновой проводимости образцов легированного *a*-Si:H *n*- и *p*-типа наблюдалось И.А. Куровой и др. [2] при длительном облучении интенсивным белым светом. Они показали, что при этом темновая проводимость пленок *p*-типа увеличивается, а *n*-типа уменьшается. Иными словами, эффект Стеблера– Вронского имеет разный знак для образцов, легированных В и Р.



Рис. 1. Влияние γ -облучения на температурную зависимость электропроводиности σ легированных образцов аморфного гидрированного кремния: a - a-Si:H $\langle B \rangle$, b - a-Si:H $\langle P \rangle$. Измерения проведены: 1 -до облучения, 2 -после облучения дозой 7.3 · 10¹⁷ фотон/см², 3 -после облучения дозой 1.6 · 10¹⁸ фотон/см². Светлыми кружками показаны результаты измерений: a -через 40 дней после облучения, b -после нагрева до 200°C в процессе измерения электропроводности. Цифрами у кривых обозначены значения энергии активации в эВ.

Обсуждение результатов

Действие γ -облучения на аморфный полупроводник можно разделить на 2 части: электронные возбуждения и нарушения структурного характера, приводящие к формированию многокомпонентных комплексов.

Как уже отмечалось, в *a*-Si: Н основным типом электронных заряженных дефектов, которые определяют его электропроводность, является оборванная кремниевая связь в 3-х ее состояниях: D^+ , D^0 и D^- . Нейтральные оборванные связи D^0 обусловливают существование глубоких ловушек (вблизи середины запрещенной зоны) для электронов и дырок по реакциям

$$\mathbf{D}^0 + e \to \mathbf{D}^-,\tag{1}$$

$$\mathbf{D}^0 + h \to \mathbf{D}^+. \tag{2}$$

С введением легирующей примеси в запрещенной зоне вместо состояний D^0 появляется пик плотности состояний D^- для пленок *n*-типа и пик D^+ для пленок *p*-типа [3]. В связи с этим изменяются и основные реакции (1) и (2). При этом, по данным работы [4], в пленках *n*-типа преобладает двойной захват состояний D^- по реакции

$$\mathbf{D}^- + 2h \to \mathbf{D}^+,\tag{3}$$

который определяет глубокие ловушки для дырок, а для пленок p-типа характерным является двойной захват состояний D^+ по реакции

$$\mathbf{D}^+ + 2e \to \mathbf{D}^-,\tag{4}$$

который определяет глубокие ловушки для электронов.

Полагая, что результаты работы [1] справедливы и для легированных пленок *a*-Si:H, будем считать, что γ -кванты не создают новых оборванных связей D⁰ и в наших пленках, а вызывают перераспределение зарядов на имеющихся оборванных связях с преимущественным образованием пустых состояний D⁺. Тогда действие процессов, описываемых реакцией (3), направлено в ту же сторону, что и действие γ -квантов, а процессы, протекающие по реакции (4), компенсируют действие γ -квантов. Таким образом, можно ожидать, что влияние облучения для пленок *n*- и *p*-типа будет существенно различаться.

Рассмотрим с учетом изложенного результаты, полученные нами для пленок *a*-Si: Н *n*-типа. Облученная пленка *n*-типа (рис. 1, *b*) имела концентрацию атомов фосфора $N_{\rm P} = 8 \cdot 10^{20} \,{\rm cm^{-3}}$, соответствующую кон-центрации доноров $N_{\rm D} = 6.34 \cdot 10^{18} \,{\rm cm^{-3}}$, и концентрацию отрицательно заряженных оборванных связей $D^{-} = 6.30 \cdot 10^{18} \, \mathrm{cm}^{-3}$ [5]. Для конверсии проводимости пленки в р-тип необходимо, чтобы концентрация связей D⁺, введенная при облучении, была бы не менее чем $6.3 \cdot 10^{18} \, \text{см}^{-3}$. Между тем, по данным работы [1], общее количество дефектов в нелегированном *a*-Si: Н после γ -облучения дозой 10^{17} фотон/см² составляет $2[D^0] + [D^+] + [D^-] = 4 \cdot 10^{16} \text{ см}^{-3}$. Сопоставление показывает, что даже общее количество дефектов на 2 порядка меньше, чем требуется для смены знака проводимости нашей облученной пленки. Таким образом, под действием *у*-облучения рассматриваемая пленка *n*-типа не могла изменить знак проводимости.



Рис. 2. Температурная зависимость электропроводности σ в образцах *a*-Si:H *n*-типа: I — быстро охлажденный образец (400 К/мин); 2 — медленно охлажденный (1 К/мин); 3 — после экспонирования белым светом; 4 — после γ -облучения дозой $1.6 \cdot 10^{18} \phi$ отон/см². Кривые: I-3 — из работы [6], 4 — наши данные. Для удобства сравнения данные [6] немного сдвинуты по оси ординат.

Как уже отмечалось, для образцов *n*-типа в интервале температур 72–127°С на кривой $\lg \sigma = f(1/T)$ наблюдалось необычно большое для легированного *a*-Si: Н значение энергии активации $E_A > 1$ эВ (рис. 1, *b*). При более высоких температурах (в интервале 127–200°С) зависимости $\sigma(T)$ для облученного и необлученного образцов совпадают так же, как и при охлаждении от 200°С до комнатной температуры и ниже. Таким образом, большие значения энергии активации устраняются отжигом.

Характер кривых $\lg \sigma = f(1/T)$, подобный форме кривой 3 на рис. 1, b, неоднократно отмечался и исследовался в публикациях [6-10]. Было установлено, что такой характер кривых соответствует разным метастабильным состояниям a-Si: H. В настоящее время принято считать, что электронные свойства легированного *a*-Si: Н хорошо описываются в рамках представлений о метастабильном термодинамическом равновесии. На рис. 2, на котором наши результаты сопоставляются с данными работы С. Агарвела [6], показан спектр возможных метастабильных состояний легированного a-Si:H, получаемых при разных внешних воздействиях. Температуру ТЕ, соответствующую излому на кривых 1-4, можно рассматривать как температуру установления термодинамического равновесия. При температурах ниже ТЕ имеют место метастабильные состояния, обусловленные движением связанного водорода по дефектам, в соотвествии с предложенной Стритом моделью "водородного стекла" [7]. При температурах выше Т_Е водород в значительной степени "освобождается" и его перемещение уже не влияет на химические связи в матрице кремния. На рис. 2 кривые 1 и 2 в соответствии с изложенным выше определяются движением водорода по слабым связям Si–Si, разорванным при нагреве; кривая 3 — движение водорода по таким же связям, разорванным светом. Кривая 4, построенная по нашим данным, характеризует, по-видимому, одно из возможных метастабильных состояний *a*-Si:H, индуцированных γ -облучением. Ввиду подобия формы кривых 1-4 и близости значений температур T_E (для кривых 1-3 $T_E = 120^{\circ}$ C, для кривой 4 $T_E = 127^{\circ}$ C), мы имеем основание считать, что процессы, определяющие характер этих кривых, повидимому, могут быть объяснены с точки зрения единой физической модели водородного стекла.

Однако, как нам кажется, трудно представить себе, что только перераспределение зарядов на оборванных связях может обусловить наблюдаемую нами большую энергию активации (более 1 эВ). Скорее всего при больших дозах облучения в γ -индуцированном метастабильном состоянии *a*-Si:Н начинает играть роль образование комплексов типа Si-P-H, стимулированное движением связанного водорода. Процесс распада таких комплексов в интервале температур 72–127°С, вероятно, и может являться дополнительным фактором, определяющим наблюдаемые в эксперименте большие значения энергии активации проводимости.

Появление структурных образований в матрице Si при у-облучении можно ожидать и в пленках р-типа. Легирующие пленку атомы В проявляют сильные акцепторные свойства. Имея энергетически неустойчивую электронную конфигурацию $(2s^22p^1)$, такой атом в аморфной матрице может удерживать вокруг себя большой коллектив связывающих электронов. При этом он будет стремиться перейти в более устойчивое состояние sp^3 -гибридизации ($2s^12p^2$) или даже может принять конфигурацию $2s^2p^6$. Как показано в работах [11,12], в образовании связей В проявляет большую гибкость, изменяя "при необходимости" координационное число от 3 до 4-6 и даже до 9. Бор может образовывать мостиковые связи друг с другом или с Si через водород. Учитывая это, можно ожидать, что пленки a-Si:H(B) с момента их приготовления являются гетерогенными (за счет комплексов на основе атомов B, Si и H). Тогда при переходе a-Si:Н в другое метастабильное состояние в процессе облучения атомы В могут быстро произвести структурную адаптацию и залечить часть образовавшихся дефектов. Это возвращает систему в метастабильное состояние, близкое к первоначальному, что и обусловливает наблюдаемое нами малое влияние γ -облучения на электропроводность пленок *p*-типа.

Список литературы

- O. Imagawa, K. Yasuda, A. Yoshida. J. Appl. Phys., 60, 4719 (1989).
- [2] И.А. Курова, В.Н. Мелешко, Д.А. Мачалова, Н.Н. Ормонт. В сб.: Тезисы Всесоюзной конференции по фотоэлектрическим явлениям в полупроводниках (Ташкент, Фан, 1989).
- [3] R.A. Street. J. Non.-Cryst. Sol., 77/78, Part I, 1 (1985).

- [4] R.A. Street, J. Zesch, M.J. Thompson. Appl. Phys. Lett., 43, 672 (1983).
- [5] М.С. Аблова, У.Ж. Абдуманапов, К.П. Абдурахманов, Г.С. Куликов, Д.П. Уткин-Эдин, К.Х. Ходжаев. ФТП, 22, 20 (1988).
- [6] S.C. Agarwal. Bull. Mater. Sci., 18, 669 (1995).
- [7] R.A.Street, J. Kalalios, C.C. Tsai, T.M. Hayes. Phys. Rev. B, 35, 1316 (1987).
- [8] А.А. Андреев, М.С. Аблова, Т.А. Сидорова, Е.А. Казакова, А.Г. Пилатов, Т. Тургунов. Неорг. матер., 25, 900 (1989).
- [9] S.B. Aldabergenova, S.B. Feoktistov, V.C. Karpov, K.V. Koughia, A.V. Pevtsov, V.N. Solovyov. In: *Transport, correlation* and structural defects, ed. by H. Fritzsche (N.Y., 1990).
- [10] Аморфный кремний и родственные материалы, под ред. Х. Фрицше (М, Мир, 1991).
- [11] О.А. Голикова, И.А. Драбкин, В.Н. Зайцев, М.М. Казанин, Д.Н. Мирлин, И.В. Нельсон, Э.Н. Ткаленко, Т. Хамидов. В сб.: Бор, получение, структура и свойства (Тбилиси, Мецниереба, 1974).
- [12] П.В. Самсонов, Т.И. Серебрякова, В.А. Неронов. В сб.: Бориды (М, Атомиздат, 1975).

Редактор Т.А. Полянская

Gamma-ray induced metastable states in doped amorphous hydrogenated silicon

M.S. Ablova, G.S. Kulikov, S.K. Persheev

A.F. loffe Physicotechnical Institute, Russian Academy of Sciences, 194021 St. Petersburg, Russia

Abstract The gamma-ray irradiation effect on the temperature dependence of electroconductivity in *a*-Si:H doped films has been investigated. The total dose was in the range of $10^{17}-10^{18}$ photons/cm². We have found that after irradiation conductivity of *p*-type samples slightly increases (0.5 of the order) and the activation energy decreases from 0.22 to 0.14 eV; in contrast to *p*-type samples, the conductivity of *n*-type samples decreases (by 2–3 orders) and the activation energy strongly increases. We have also observed that induced by the gamma-quantum irradiation metastable states of *a*-Si:H were recovered by annealing. Explanation of the results obtained is based on the analysis of the reactions of dangling bonds D⁻, D⁰, D⁺ with electrons and holes.