Электрохимия

УДК 544.2, 544.08

Электрохимическая концепция сканирующей туннельной микроскопии и сканирующей туннельной спектроскопии

Э. В. Касаткин, Е. Б. Небурчилова, М. Ф. Резник, Е. В. Трофимова, Ю. М. Стрючкова

ЭДУАРД ВЛАДИМИРОВИЧ КАСАТКИН — доктор химических наук, профессор, заведующий отделом ФГУП «НИФХИ им. Л.Я. Карпова». Область научных интересов: электрохимия, электрокатализ, электрохимический синтез, электрохимическая сканирующая туннельная микроскопия, туннельная спектроскопия, наноструктуры, нанотехнология. E-mail elchem@cc.nifhi.ac.ru

ЕЛЕНА БОРИСОВНА НЕБУРЧИЛОВА — кандидат химических наук, до 2002 г. работала в ФГУП «НИФХИ им. Л.Я. Карпова»; в настоящее время руководитель отдела технической информации фирмы «Kontrakt Technology Ltd». (Лондон). Область научных интересов: электрохимия, электрокатализ, текстурированные пленки, сканирующая туннельная микроскопия, туннельная спектроскопия, наноструктуры, инновационные энергосберегающие технологии, солнечные батареи, топливные элементы, оптические печатные пленки для жидкокристаллических дисплеев. Е-mail neburchilova@mail.ru

МИХАИЛ ФЕЛИКСОВИЧ РЕЗНИК — 1979—2003 гг. научный сотрудник НИФХИ им. Л.Я. Карпова, в настоящее время эксперт ГУ МО Мособлпожспас. Область научных интересов: электрохимия, электрокатализ, электрохимический синтез, адсорбция, сканирующая туннельная микроскопия, наноструктуры, нанотехнология. E-mail mfreznik@yandex.ru

ЕЛЕНА ВИКТОРОВНА ТРОФИМОВА — кандидат химических наук, научный сотрудник ФГУП «НИФХИ им. Л.Я. Карпова». Область научных интересов: коррозия, сплавы Fe-Cr, кристаллическая структура и критические составы, методы исследования поверхности сплавов и сталей, сканирующие туннельная микроскопия и спектроскопия. E-mail trofimovaev@yandex.ru

ЮЛИЯ МИХАЙЛОВНА СТРЮЧКОВА— младший научный сотрудник ФГУП «НИФХИ им. Л.Я. Карпова». Область научных интересов: электрохимия, металлы, сплавы, электрохимическая сканирующая туннельная микроскопия, сканирующая туннельная спектроскопия. E-mail julms@mail.ru

105064 Москва, ул. Воронцово поле, 10, НИФХИ им. Л.Я. Карпова.

Хорошо известно, что на гетерогенные электрохимические процессы оказывают влияние эффекты, связанные с образованием и распадом адсорбированных и хемосорбированных частиц на поверхности электродов в зоне двойного электрического слоя и прилегающих фаз толщиной от ангстрема до нескольких нанометров [1]. Поверхности наноразмерного масштаба, на которой могут формироваться такие образования, давно стали предметом исследований. Решающий прорыв в этом направлении был сделан в исследованиях Герда Биннига (Gerd Binnig) и Генриха Рорера (Heinrich Rohrer), которые, работая над проблемой локальной спектроскопии тонких оксидных слоев на металлах, решили обратиться к методу вакуумного туннелирования электронов с такой поверхно-

сти. Реализация этой идеи привела к созданию в 1982 году первого варианта сканирующего туннельного микроскопа [2, 3]. В 1986 г. за создание этого прибора Бинниг и Рорер получили Нобелевскую премию.

дух, воду и криогенные жидкости [3], а также растворы электролитов [4, 5], можно успешно проводить исследования поверхности СТМ-методом. Генрих Рорер был в числе авторов первых работ, в которых получено СТМ-изображение поверхности в растворе электролита [6, 7].

СТМ-исследования в водной среде и в растворах электролитов несмотря на дополнительные сложности обладают существенным преимуществом, а именно: свойства поверхности образца и острия иглы микроскопа, контактирующие с раствором электролита, можно изменять посредством электрохимических реакций. Управляя электродными потенциалами, можно достаточно просто освобождать исследуемую поверхность от мешающих адсорбционных, хемосорбционных или фазовых слоев и формировать на ней [8] или на поверхности иглы микроскопа [9] требуемое поверхностное состояние. Так появился метод электрохимической сканирующей туннельной микроскопии (ЭСТМ), который по экспериментальным возможностям управления свойствами поверхности приближается к вакуумному варианту, не требуя столь громоздкого и дорогостоящего оборудования.

Основные отличия метода ЭСТМ от СТМ – необходимость изолирования от контакта с электролитом иглы, на которой обнажен только самый кончик её острия, сопряжение с микроскопом потенциостата, регулирующего электродный потенциал образца, и наличие специальной ячейки, в которой кроме образца крепятся электроды сравнения и вспомогательный.

Более того, поскольку метод СТМ основан на непрерывном измерении туннельного тока между концевым атомом острия иглы и ближайшим атомом поверхности, а сила туннельного тока (I_t) зависит как от туннельного расстояния (Z), так и от туннельного напряжения между иглой и образцом (U_t) [10], то, управляя этими параметрами, можно получать спектральные зависимости $I_t(U_t)$ туннельные спектры «по напряжению» или $I_t(\delta Z)$ туннельные спектры «по расстоянию». Причем эти зависимости относятся не к усредненным результатам, а к локальным, относящимся к отдельным атомам поверхности, что дает возможность получать уникальную информацию, не достижимую иными методами. Это одно из главнейших преимуществ электрохимической сканирующей туннельной микроскопии.

За рубежом проведены уже сотни исследований электрохимических систем с использованием метода СТМ [11—15]. По мере развития методов СТМ и ЭСТМ разрабатываются методика измерений *in situ* [6, 7] и соответствующая аппаратура [6, 12]. Новизна и пре-имущества метода изучения поверхностей с помощью сканирующего туннельного микроскопа стимулировала разработку таких приборов как кустарными методами, так и коммерческими фирмами (одна из крупнейших сейчас зарубежных фирм «Veeco Instruments Inc.»).

Успешная разработка отечественного электрохимического сканирующего туннельного микроскопа была выполнена совместно НИФХИ им. Л.Я. Карпова и МДТ «Нанотехнология». В настоящее время ЗАО «НТ-МДТ»

— признанный лидер в создании сканирующей зондовой аппаратуры в России (информация об его разработках имеется в Интернете на сайте www.ntmdt.ru).

Одним из первых объектов ЭСТМ-исследований была платина: на ее монокристаллической грани можно прослеживать как нанорельеф поверхности, так и изучать ее наносвойства в достаточно широкой области потенциалов [16—18].

Практически значимые работы, проводимые в НИФХИ по исследованию платины методом ЭСТМ, опираются на полученные ранее фундаментальные результаты, показавшие существенно различную электрокаталитическую активность ее разных монокристаллических граней [19], а также поверхностей высокотекстурированных тонкослойных покрытий Рt и Ir на Ті (ПТТЭ и ИТТЭ, соответственно, ПТТЭ — платинотитановый текстурированный электрод, ИТТЭ — иридиево-титановый текстурированный электрод) [20, 21]. Показано [22, 23], что структурный фактор играет одну из решающих ролей в гетерогенных электрохимических реакциях — влияет на их селективность и электрокаталитическую активность.

Еще в 50-е годы прошлого столетия в работах НИФХИ было сформулировано представление о том, что состояние поверхности материалов в электрохимических системах определяется потенциалом и составом электролита, формирующих адсорбционные и хемосорбционные слои (имеющие наноразмерные толщины и, следовательно, специфическую наноструктуру), и показано, что изменение состояния поверхности оказывает влияние как на коррозионные процессы, связанные с пассивацией поверхности [24, 25], так и на процессы анодного выделения кислорода и озона, а также электросинтеза пероксидных соединений [26, 27]. Базирующиеся на этих положениях подходы были использованы для анализа состояния поверхности с привлечением разнообразных методов, включая метод меченых атомов, эллипсометрию, оже-спектроскопию и др. [28—33]. Таким образом, переход к использованию ЭСТМ, когда этот метод стал доступен, логически обоснован.

Модель электрохимического сканирующего туннельного микроскопа, на которой ведутся исследования в НИФХИ, работает без фильтрации получаемого СТМ-изображения (автоматического сглаживания)*. Поэтому нам удалось обнаружить, что СТМ-изображения, регистрируемые при измерениях на достаточно большом поле, далеко неоднородны с точки зрения туннельной активности [19]. Программа обработки результатов позволяет фиксировать относительное содержание на поверхности мест с повышенной туннельной активностью. Методическая особенность нашей работы — получение СТМ-изображений без фильтрации — привела

^{*} Большинство зарубежных моделей и, к сожалению, серийные приборы «Solver PRO», выпускаемые в настоящее время в Зеленоградском ЗАО «НТ-МДТ», функционируют только в режиме фильтрации.

к выводу о возможности количественной регистрации туннельно-активных центров и их вероятной взаимосвязи с активными центрами гетерогенных реакций и скоростью электрохимических процессов [34, 35].

На рис. 1 приведены ЭСТМ-изображения платинотитанового текстурированного электрода — промышленного аналога Pt(111) — в 0.02 н. H_2SO_4 , снятые при

потенциалах от 0,4 до 1,12 В (Ag/AgCl). На изображениях a, e, e, d, полученных без фильтрации, видны «выбросы» — регистрация туннельно-активных центров. При работе прибора в режиме фильтрации выбросы не регистрируются (рис. d). Зависимость содержания активных центров d0 от электродного потенциала (рис. d0) показывает взаимосвязь величины d0 с началом формирования

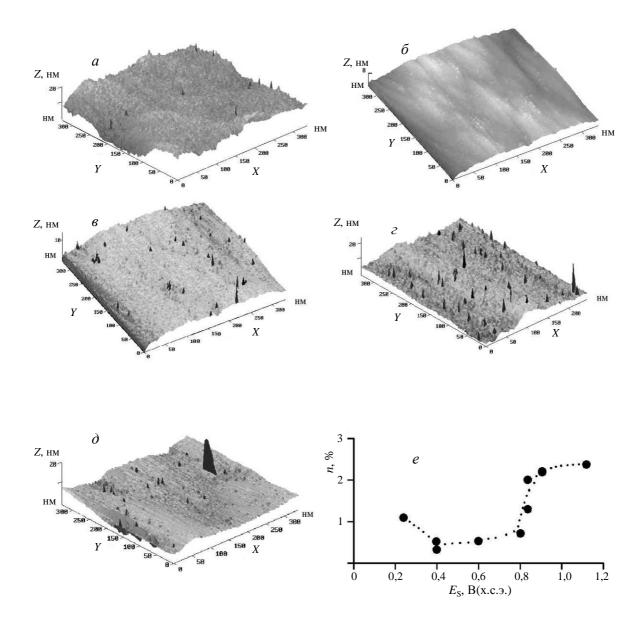


Рис. 1. Результаты исследования влияния потенциала платино-титанового текстурированного электрода на ЭСТМ-изображения его поверхности.

 $a, \, b, \, z, \, \delta$ — регистрация изображений без фильтрации; δ — регистрация в режиме фильтрации; e — зависимость относительного содержания туннельно-активных центров n от электродного потенциала. Условия получения изображений: начальный туннельный ток $I_{t0} = 0,840$ нА, начальное туннельное напряжение $U_{t0} = 0,560$ В (Ag/AgCl), поле изображения ~350×350 нм.

рис.	потенциал, В	относительное количество выбросов, %	Высота максимального выброса, нм
a	0,4	0,51 с высотой более (2,6—13,09) нм	18,243
б	0,8		8,0
в	0,8	0,71 с высотой более (2,4—11,1) нм	13,416
г	0,91	2,20 с высотой более (1,2-2,8) нм	10,14
д	1,12	2,37 с высотой более (2,7—12,1) нм	19,14

на поверхности электрода первого монослоя атомов кислорода при потенциале более 0,8 В (Ag/AgCl).

Что касается туннельных спектров $I_t(\delta Z)$, получаемых при равномерном с заданной скоростью отводе иглы от поверхности образца при постоянном туннельном напряжении U_t , то их трактовка не вызывает теоретических затруднений. Как следует из теории [10, 36, 37], туннельный ток снижается с увеличением туннельного промежутка по зависимости:

$$I_t = k_1 \exp(-2k_2 Z) \tag{1}$$

где k_1 — коэффициент, слабо зависящий от туннельного расстояния Z, но зависящий от плотности состояний системы игла-образец; k_2 — коэффициент, характеризующий крутизну спада туннельного тока с ростом Z. В выражение коэффициента k_2 входят константы — постоянная Планка (\hbar), масса электрона и эффективный потенциальный барьер туннелирования $\phi_{\rm eff}$. Величину $\phi_{\rm eff}$ вычисляют (в эВ) по нижеуказанной формуле, в которой коэффициент 1,05 учитывает размерность (с учетом массы электрона и постоянной Планка):

$$\varphi_{\text{eff}} = \frac{d \ln(I_t)^2}{dZ} / 1,05 \tag{2}$$

Для типичных значений работы выхода электрона в вакууме с поверхности металла $\phi_{\rm eff}\approx 4$ эВ, при изменении ΔZ на $\sim 0,1$ нм значение тока I_t меняется на порядок. При измерениях вне вакуума и при наличии в зоне туннельного промежутка адсорбированных частиц, что имеет место при измерениях методом электронной сканирующей туннельной спектроскопии (ЭСТС), как следует из теории [38—42] и подтверждено экспериментально [10, 20], $\phi_{\rm eff}$ заметно снижается, поскольку в знаменателе формулы (2) появляется член $(n+1)^2$, где n может достигать 6—7.

Сканирующая туннельная спектроскопия «по напряжению», регистрирующая спектры $I_t(U_t)$ при Z = const, может использоваться для нахождения потенциалов поверхностных состояний, но метод применяется редко [10, 20]. О степени влияния туннельного напряжения U_t на туннельный ток I_t существуют различные мнения. В [10, 41] отмечается, что I_t подчиняется экспоненциальной зависимости от U_t , которая при прохождении через $U_t = 0$, сохраняя форму, меняет направление. С привлечением квантовохимического подхода были предложены сходные, но не идентичные зависимости, из которых следует, что туннельный ток зависит от многих параметров в зоне туннельного контакта, но ни одна из приводимых квантовохимических формул не выражает экспоненциальную зависимость. В первой работе, рассматривающей этот вопрос, приведена выведенная в [42] следующая формула:

$$I(V) = \frac{2\pi e}{\hbar} \sum_{\mu,\nu} [f_t(E_\mu) - f_s(E_\nu + eV)] |M_{\mu\nu}|^2 \delta(E_\mu - E_\nu)$$
 (3)

где f_t и f_s — функции, зависящие от уровней Ферми для иглы и образца, соответственно; индексы μ и ν относятся к игле и образцу, соответственно; слагаемое «+ eV» — смещение потенциала образца на туннельное напряжение V; $M_{\mu\nu}$ — туннелирующий матричный элемент; δ — дельта-функции Дирака для уровней Ферми.

Предложены формулы, например (4), где те же аргументы вошли под знак интеграла [43] ($I \equiv I_t$ и $V \equiv U_t$), а есть варианты с двойным интегралом, например формула (5) [44]:

$$I_{t}, U_{t} \equiv I(V) \propto \int_{0}^{eV} \rho_{s}(E) \rho_{t}(E - eV) T(E, V) dE \quad (4)$$

$$I = \frac{2\pi e}{\hbar} \iint d^3k_s d^3k_t |H_{st}(k_s k_t)|^2 [f(\varepsilon_t) - f(\varepsilon_s)] \delta(\varepsilon_t - \varepsilon_s - eV) \quad (5)$$

Структура этих формул, несмотря на внешнее различие, сходна, но как подчеркнул А.М. Кузнецов [45], нет возможности привести их к простым решениям в аналитическом виде.

Очевидно, что производная dI_t/dU_t для каждого значения U_t должна давать значение туннельной проводимости (ее принято обозначать буквой G). Но обратный расчет аргументов, например туннелирующего матричного элемента или δ -функции Дирака, по экспериментальной зависимости $I_t(U_t)$ по этим формулам практически не реален. Тем более невозможно определить не искаженные влиянием поля ключевые, имеющие ясный физический смысл величины, например, туннельную проводимость G и характер ее при $U_t = 0$.

Предложен ряд формул для расчета величины G, которые, однако, не дают однозначных результатов. Так, в [10] приведена формула

$$G(U_t) = d[\ln(I_t)]/dU_t - 1/U_t,$$

из которой следует, что $I_t \sim U_t^{1/2}$. В [36] указано, что при малых смещениях U_t туннельная проводимость постоянна, т.е. $I_t \sim U_t$, а для больших смещений выражается формулой Фаулера—Норденгейма с записью величины напряжения в квадрате. Кроме того, отсутствуют формулы для расчета параметров, влияющих на I_t . Отсюда нежелание экспериментаторов использовать этот метод для определения локальных электрофизических свойств поверхностей. Тем не менее в ряде работ туннельная спектроскопия «по напряжению» применялась как сравнительный метод для качественной оценки зависимости $I_t(U_t)$ [46]. Отметим, что этот метод достаточно активно и результативно применяется в Институте химической физики РАН для измерений на вакуумном сканирующем туннельном микроскопе [9].

Сотрудникам НИФХИ удалось найти адекватное эксперименту аналитическое решение зависимости I_t от U_t и вывести экспоненциальное выражение зависимости $I_t(U_t)$, исходя из простых и ясных физико-химических представлений и известных экспериментальных результатов. Действительно, $I_t(U_t)$ -спектры, построенные в

полулогарифмических (по току) координатах * , имеют экспоненциальный характер и в подавляющем числе случаев достаточно адекватно укладываются в такие координаты.

Соответствие с экспериментом становится полным, если допустить, что сканирующая туннельная микроскопия регистрирует разность двух туннельных токов от электронов, перескакивающих на иглу (положительная составляющая туннельного тока) и с иглы на образец (отрицательная составляющая туннельного тока) [34]. При $U_t = 0$ эти токи равны и регистрируется $I_t = 0$, хотя ток в обоих направлениях присутствует.

Таким образом, эмпирическая формула (6а), как и (6б), (см. ниже) адекватно описывающая зависимость туннельного тока от туннельного напряжения, превращается в двучлен. В формулу (6а) в качестве сомножителя входит туннельный ток обмена *** I_{00} , который равен значению положительной и равной ему отрицательной составляющей туннельного тока при $U_t = 0$:

$$I_t = I_{oo} \{ \exp(\alpha C U_t) - \exp[-(1 - \alpha)C U_t] \}$$
 (6a)

где α — безразмерный коэффициент; C — коэффициент, имеющий размерность B^{-1} . Коэффициент α , который может изменяться от 0 до 1, а не равняться всегда 0,5, характеризует преобладающую вероятность переноса электрона на иглу.

Возникающая при $\alpha \neq 0,5$ асимметрия анодной и катодной ветвей зависимости $I_t(U_t)$ из-за различия наклонов ее ветвей очевидно связана с неидентичностью свойств электронных облаков в зоне туннельного контакта иглы и образца, если облака и игла неидентичны по составу и потенциалу.

Производная по U_t для формулы (6*a*) дает значение туннельной проводимости, в том числе G_0 при $U_t = 0$:

$$G_0 = dI_t/dU_t = I_{00}[\alpha C \exp(0) - (\alpha - 1)C \exp(0)] = I_{00}C$$
 (7)

Подставляя $C = G_0/I_{00}$ в (6*a*) получаем:

$$I_t = I_{oo} \{ \exp(\alpha G_o / I_{oo} U_t) - \exp[-(1 - \alpha) G_o / I_{oo} U_t] \}$$
 (66)

Эмпирические формулы (6*a*) и (6*б*) практически с 95—98%-ной точностью описывают экспериментально регистрируемые зависимости $I_t(U_t)$ для различных мате-

риалов, в частности, Pd, Rh, Au, Pt(111), Pt(110), Pt(311) ПТТЭ(111), ИТТЭ(111), 12-ти вариантов сплавов Fe-Cr и др.) во всем исследованном нами интервале значений U_t вплоть до нескольких вольт, а также для ВОПГ*****, в том числе при измерениях на вакуумном сканирующем туннельном микроскопе в ИХФ РАН [52], и для поверхности окисленного титана [46].

Величины I_{00} и G_0 , входящие в формулу (66), взаимосвязаны, и каждая из них тем больше, чем меньше туннельный промежуток Z (он зависит от заданных и стабилизируемых в ходе эксперимента начальных значений туннельного тока I_{t0} и туннельного напряжения U_{t0} , отвечающих за поддержание заданной туннельной проводимости $G_1 = I_{t0}/U_{t0}$).

Проведя значительно число СТМ-измерений с получением $I_t(U_t)$ -зависимостей для ювенильно чистой поверхности графита, мы обратили внимание на асимметрию положительной и отрицательной ветвей кривых [34], что и послужило основанием ввести в формулы (6a) и (6 δ) коэффициент α .

Коэффициент максимального наклона $\beta = I_{oo}/G_o = dU_t/d(\ln(I_t))$ отражает туннельную активность поверхности в данном месте на ее изображении. Он эквивалентен коэффициенту b в уравнении Тафеля, характеризующему генеральную крутизну зависимости. Можно ввести в рассмотрение безразмерный коэффициент γ — отношение реальной и заданной проводимостей G_o/G_1 , характеризующее активность туннельного переноса электронов при СТМ- или ЭСТМ-измерениях.

Проведенный в НИФХИ (2002—2008 гг.) анализ с использованием формул (6) и (7) десятков тысяч ло-кальных спектров $I_t(U_t)$, зарегистрированных для вышеуказанных поверхностей при измерениях как в воздушной среде, так и в разбавленных растворах кислот при контролируемых потенциалах образца и иглы [19—21, 23, 34, 35, 47–51], показал эффективность такого подхода для исследования наносвойств поверхностей.

Когда игла электрохимического сканирующего туннельного микроскопа находится в растворе, на ее поверхности могут протекать электрохимические процессы, зависящие от среды и потенциала иглы и регистрируемые как фарадеевский ток. Поэтому требуется тщательная изоляция иглы от среды, на что обратили внимание уже первые исследователи. Так, в работах [6, 7] исследуемые поверхности покрывали эпоксидным лаком, а в [12] — лаком для ногтей.

Иглы в СТМ- и ЭСТМ-приборах — наиболее «деликатная» и быстро изнашивающаяся деталь, их изготовляют, как правило, сами экспериментаторы. Имеется достаточно обширная информация по технике их изготовления и изоляции, что необходимо для ЭСТМ-измерений (см., например, [52]). Одним из широко используемых материалов для изготовления игл для сканирующих туннельных микроскопов является вольфрамовая проволока. Она хорошо затачивается при анод-

^{*} Электрохимики, следуя предложенной еще в 1905 г. формуле Тафеля, обоснованной затем в работах А.Н. Фрумкина [1] и других электрохимиков, представляют электрохимические зависимости потенциала от тока именно в таких полулогарифмических координатах.

^{***} Такая зависимость не была предсказана теоретиками. В статьях [34, 35] мы обратили их внимание на это обстоятельство, что предполагает развитие теории для преодоления ее несоответствия с экспериментом. Коэффициент (см. ниже текст) $\alpha \neq 0,5$ противоречит выводу, сделанному Маркусом, общепризнанным теоретиком этого метода, который в одной из публикаций [44] утверждал, что обе ветви I_t должны быть для поверхности графита симметричны.

^{***} Термин «туннельный ток обмена» I_{00} впервые введен нами и назван по аналогии с токами обмена I_{0} , рассматриваемыми в теории электрохимических процессов [1].

^{*****} Графит (ВОПГ) используется как метрологический эталон при СТМ-измерениях экспериментаторами всего мира.

ном травлении в растворах щелочей [36, 53]. Однако для многих измерений, особенно в варианте электрохимической сканирующей туннельной микроскопии, когда исследуемый образец и острие иглы находятся в растворе электролита, применение вольфрама не всегда целесообразно из-за его коррозионных свойств. Поэтому в ряде случаев в качестве материала иглы используют платину [54] или, что предпочтительнее, ее сплавы с иридием [55]. В работах, выполняющихся в НИФХИ, применяли платино-иридиевые иглы (содержание до 30% Ir), а также из сплава Pt-10%Rh.

Кратко остановимся на работах, проводимых в НИФХИ, в которых впервые были реализованы возможности ЭСТМ-метода для исследования локальных свойств поверхностей электродных материалов на уровне атомного разрешения. Работа в 1994—2004 гг. проводилась с использованием отечественного электрохимического сканирующего туннельного микроскопа типа «С4-СТМ-МДТ» с электрохимическим контролем потенциала образца и иглы с помощью потенциостатического комплекса ПИ-50-1.1.

Исследовались материалы, имеющие практическую значимость как электрокатализаторы — тонкослойные (0,5—2,0 мкм) высокотекстурированные покрытия Рt или Ir на титане [19, 21], а также на стали системы Fe-Cr [49] и хромникелевых сталях [50, 51].

Систематические исследования зависимости туннельных токов от регулируемых СТМ-параметров показали возможность определения эффективного барьера туннелирования для любого участка поверхности путем анализа спектров туннельного тока, регистрируемых при монотонном перемещении иглы от поверхности образца [20]. Существенно, что тогда впервые была выявлена и продемонстрирована возможность использования сканирующей туннельной спектроскопии «по напряжению», в том числе и для измерений в разбавленных растворах кислот при контролируемом потенциале. Разработана методика нахождения на основе локальных спектров $I_t(U_t)$ параметров G_0 , I_{00} , α , β и γ , характеризующих не только собственную туннельную проводимость в зоне контакта иглы с исследуемой поверхностью, неосложненную наложением поля, но и не зависящую от поддерживаемого режима измерений.

В качестве примера приведем результаты обработки локальных спектров $I_t(U_t)$, полученных в 2006 г. для поверхности нержавеющей стали X18H10T в серии опытов при потенциале 0,934 В (н.в.э.) на новом электрохимическом сканирующем туннельном микроскопе «Solver_EC». Значения α , β и γ , рассчитанные из 1198-ми $I_t(U_t)$ -спектров, оказались не идентичными, что говорит о дисперсии электронных свойств атомов на поверхности нержавеющей стали в пассивированном состоянии. На рис. 2 приведены гистограммы этих параметров при E_s = +0.934 В (н.в.э.).

На полигонах гистограмм отсутствуют три максимума, которые можно было бы отождествить с преимущественным вкладом в параметры α , β и γ для трех сортов атомов Fe, Cr и Ni (или их поверхностных окси-

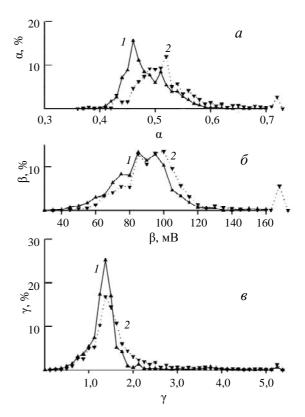


Рис. 2. Полигоны гистограмм параметров α , β и γ , рассчитанные по зависимостям $I_t(U_t)$ для образца нержавеющей стали X18H10T в 0,1 н. H₂SO₄.

I — измерения при развертке туннельного напряжения (a, δ) в положительном направлении $(dUt/d\tau=1\,$ B/c); 2 — то же в обратном направлении $(dUt/d\tau=-1\,$ B/c)

дов). Это доказывает, что регистрируемые на атомном уровне энергетические свойства поверхности стали X18H10T, как и сплавов Fe-Cr определяются взаимным влиянием компонентов, наличием матричного эффекта [49—51].

На рис. 3. приведена зависимость от потенциала параметров α и β , соответствующих максимумам на полигонах гистограмм, для образца нержавеющей стали X18H10T и фрагменты поляризационной кривой. Видно, что значения параметров α и β , полученные при $dU_t/d\tau=1$ B/c и $dU_t/d\tau=-1$ B/c (прямой и обратный ход кривых) не совпадают. Это связано с большей окисленностью поверхности иглы при обратном ходе, что отражается на вероятности туннелирования электронов на иглу. Зависимость параметров α и β от потенциала коррелируется с электрохимической активностью данного сплава, что видно из поляризационных кривых: чем выше тафелев наклон поляризационных кривых, тем больше значение β при соответствующем потенциале.

В настоящее время ЭСТМ-метод для исследований *in situ* находит все большее применение за рубежом. В работе [56] этим методом исследована нержавеющая сталь 304L (18—20% Cr, 8—12% Ni, ≤0,03% C) в условиях свободной коррозии в хлоридных средах.

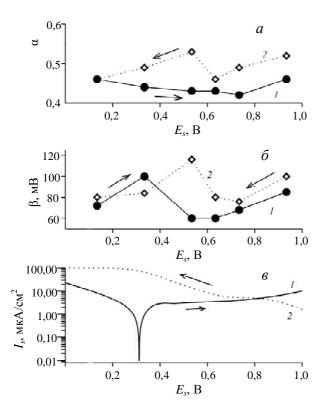


Рис. 3. Влияние потенциала стали X18H10T на максимальные значения параметров α (a) и β (δ) на их гистограммах (см. рис. 2) и поляризационная кривая (ϵ).

I — измерения при развертке туннельного напряжения (a, δ) или электродного потенциала образца в положительном направлении $(dUt/d\tau=1~{\rm B/c}); 2$ — то же в обратном направлении $(dUt/d\tau=-1~{\rm B/c}).$

Влияние окислительных и восстановительных процессов на поверхность поликристаллического железа в боратном буферном растворе изучали также *in situ*, используя электрохимический сканирующий туннельный микроскоп [57]. Авторы предположили, что зарождение оксидного слоя на поверхности железа начинается с образования пятен и кластеров, которые затем сливаются, формируя гладкий слой на поверхности металла. При более положительных потенциалах образуются более толстые пленки, толщина которых со временем уменьшается.

На основании анализа СТМ-изображений, полученных на первой стадии роста пассивирующей пленки на железе, предложен механизм растворения оксидной пленки и формирования гидрооксидов на железной поверхности при начальных потенциалах пассивирования [58]. Пассивирование поверхности железа может быть достигнуто при начальных катодных потенциалах только при условии, что процесс окисления Fe в Fe²⁺ полностью закончен.

В работе [59] проведено *in situ* ЭСТМ-исследование поликристаллического железа (99,99%) в среде при pH = 7.5 в интервале потенциалов $-1 \div +1$ В (Ag/AgCl). Установлено, что образующиеся при анодном окисле-

нии поверхностное оксидное нанопокрытие имеет полупроводниковую природу *п*-типа.

В [60] показано, что при селективном растворении фазовых составляющих стали 2205 (основные компоненты, помимо Fe, 22% Cr, 5,6% Ni) в кислом сульфатно-хлоридном растворе решающую роль играет потенциал. При этом в определенных условиях на поверхности обнаруживаются ступени субмикронного размера. Наиболее вероятной причиной такого ступенчатого растворения является кристаллографическая анизотропия процесса растворения.

Исследования коррозионно-электрохимического состояния перлитного оксида, формируемого на поверхности низколегированной марганцем (менее 1% Мп и менее 0,035% Si и P) углеродистой стали марки «1018» в боратном буферном растворе [61], привели к выводу, что механизм окисления включает формирование двух типов оксидов железа на перлите: внутренне сформированный магнетит и внешним образом сформированный магнетит, причем рост оксидов определяется начальной структурой фазы перлита.

Проводились исследования СТМ-методом в сочетании с рентгеновской электронной спектроскопией пассивированных пленок на монокристаллической грани Сr(110) [62], грани (110) монокристалла сплава Fe-22Cr [63], грани (100) сплава Fe-18Cr-13Ni после поляризации в растворах $0.5 \ M \ H_2SO_4$ [64].

Метод ЭСТМ применяется и для изучения морфологии поверхностей органических молекул, адсорбированных на носителе, в частности, фуллеренов и нанотрубок и других сложных образований. Одна такая работа была представлена на прошедшем XVIII Менделеевском съезде (осень 2007 г.) [65]. Отечественных публикаций работ в этом направлении пока нет из-за отсутствия систематических ЭСТМ-исследований (за исключением проводимых НИФХИ им. Л.Я. Карпова).

В заключение отметим, что в мае 2007 г. в Дублине проходило пятое весеннее совещание Международного электрохимического общества, которое было посвящено обсуждению последних достижений в области наноструктурированных электроактивных материалов. В докладе G. Kada (США) было упомянуто об использовании для исследования топографии наноструктурированных поверхностей атомно-силовой микроскопии в сочетании со сканирующим электрохимическим микроскопом (это и не СТМ, и не ЭСТМ!), а в докладе J. Ulstrup (Дания) рассмотрены транзисторные свойства фуллерена С₆₀, изученные методом СТМ [66].

В завершение выразим надежду, что электрохимическая сканирующая микроскопия, имеющая несомненные преимущества как метод исследования локальных свойств поверхностей получит развитие и в России.

* * *

Работа выполнена при финансовой поддержке РФФИ (гранты 94-03-08157, № 96-03-32209а, 00-03-32203а, 04-03-32337а).

ЛИТЕРАТУРА

- 1. Фрумкин А.Н., Багоцкий В.С., Иофа З.А., Кабанов Б.Н. Кинетика электродных процессов. М:. изд-во МГУ им. М.В. Ломоносова, 1952, 319 с.
- 2. Binnig G., Rohrer H., Gerber Ch., Weibel E. Phys. Rev. Lett., 1982, v. 49, p. 57.
- 3. *Binnig G., Rohrer H.* Helv. Phys. Acta, 1982, v. 55, № 6, p. 726—735.
- 4. Sonnenfeld R., Hansma P.K. Science, 1986, v. 232, p. 211.
- 5. Liu H-Y., Fan Fu-Ren F., Lin C.W., Bard A.J. J. Am. Chem. Soc., 1986, v 25, p. L743.
- Lustenberger P., Rohrer H., Christoph R., Siegenthaler H.
 J. Electroanal. Chem., 1988, v. 243, p. 225—235.
- 7. Christoph R., Siegenthaler H, Rohrer H., Wiese H. Electrochim. acta, 1989, v. 34, p. 1011—1022.
- 8. Xu Y., Matsuda A., Beasley M.R. Phys. Rev., 1990, v. 46, p. 492.
- 9. Далидчик Ф.И., Шуб Б.Р. Российские нанотехнологии, 2006, т. 1, № 1—2, с. 82—96.
- 10. Halbritter J., Repphun G., Vinzelberg S., Staikov G., Lorenz W.J. Electrochim. acta., 1995, v. 40, p. 1385—1394.
- Siegenthaler H. Scanning Tunnelling Microscopy. Further Applications and Related Scanning Techniques. Eds Guntherdt H.-J., Wiesendanger R. Berlin: Springer-Verlag, 1992. P. 7—50.
- 12. Christensen P. Chem. Soc. Rev., 1992, v. 21, p. 197—208.
- 13. Дыхне А.М., Петрий О.А., Цирлина Г.А. Рос. хим. ж. (Ж. рос. хим. об-ва им. Д.И. Менделеева), 1994, т. 38, с. 24.
- 14. Данилов А.И. Успехи химии, 1995, т. 64, с. 818.
- 15. *Быков В.А., Лазарев М.И., Саунин С.А.*Электроника: наука, технология, бизнес, 1997, т. 5, с. 7—14.
- Funtikov A.M., Linke U., Stimming U., Vogel R. Ibid., 1995,
 v. 324, p. L343—L348.
- Edens G.J., Gao X., Weaver M.J. J. Electroanalyt. Chem., 1994, v. 375, p. 357.
- Kirn Y.-G., Yau S.-L, Itaya K. J. Amer. Chem. Soc., 1996, v. 118, p. 393.
- Касаткин Э.В., Небурчилова Е.Б. Электрохимия, 1996, т. 32, № 8, с. 917—927.
- 20. Касаткин Э.В., Небурчилова Е.Б. Электрохимия, 1998, т. 34, № 10, с. 1154—1165.
- 21. *Небурчилова Е.Б., Касаткин Э.В.* Там же, 2000, т. 36, № 12, с. 1448—1456.
- 22. Седельников Н.Г., Небурчилова Е.Б., Касаткин Э.В. Фатюшин А.М. В сб. науч. тр. Института ГИНАЛМАЗЗолото. М., 1990, с. 49—65.
- 23. Патент РФ № 1683360, приоритет 27.03.1989, регистрация 08.06.1991.
- 24. Колотыркин Я.М., Княжева В.М. Ж. физ. хим., 1956, т. 30, с. 1990—2002.
- 25. Колотыркин Я.М., Княжева В.М. Докл. АН СССР, 1957, т. 114, с. 1265—1268.
- 26. Веселовский В.И., Раков А.А., Касаткин Э.В., Яковлева А.А. В сб.: Адсорбция и двойной электрический слой в электрохимии. М.: Наука, 1972, с. 132—170.
- 27. *Rakov A.A.*, *Kasatkin E.V.* Electrochem. Acta, 1965, v. 10, p. 131—140.
- 28. Розенталь К.И., Веселовский В.И. Докл. АН СССР, 1956, т. 11, с. 637—640.
- 29. Касаткин Э.В., Розенталь К.И., Веселовский В.И. Электрохимия, 1968, т. 4, № 12, с. 1402—1408.
- 30. Ханова Л.А., Касаткин Э.В., Веселовский В.И. Там же, 1973, т. 9, № 4, с. 562—565.
- 31. Винников Ю.Я., Шепелин В.А., Веселовский В.И. Там же, 1972, т. 8, с. 1229—1235.

- 32. *Мартикян С.О., Шепелин В.А., Касаткин Э.В.* Там же, 1976, т. 12, № 9, с. 1460—1464.
- 33. Великодный Л.Н., Шепелин В.А., Касаткин Э.В. Там же, 1982, т. 8, № 9, с. 1275—1280.
- 34. *Касаткин Э.В., Резник М.Ф., Небурчилова Е.Б.* Там же, 2003, т. 39, № 3, с. 265—375.
- 35. Касаткин Э.В. Защита металлов, 2005, т. 41, № 1, с. 15—25.
- 36. *Миронов В.Л.* Основы сканирующей зондовой микроскопии. М: Техносфера, 2004, 144 с.
- 37. Simons J.G. J. Appl. Phys., 1963, v. 34, p. 1793, 2581.
- Schmickler W., Henderson D. J. Electoanal. Chem., 1990, v. 290, p. 283—291.
- 39. Halbriter J. Surf. Sci., 1982, v. 122, p. 80.
- 40. Xu Y., Matsuda A., Beasley V.R. Phys. Rev., 1990, v. B46, p. 1492.
- 41. Noguera C. Springer Series of Surface Sciences, 1993, v. 29, p. 51.
- 42. Tersoff J, Hamann D.R. Phys. Rev., 1985, v. 31, p. 805.
- 43. Selloni A., Carnevali P., Chen C.D. Ibid., 1985, v. B31, p. 2602.
- 44. Claypool C.L., Faglioni F., Goddard W.A., Marcus P. J. Phys. Chem., 1997, v. 101, p. 5978—5995.
- 45. Кузнецов А.М., Ульструп Енс. Электрохимия, 1999, т. 35, с. 510.
- Kobusch C., Schultze J.W. Electrochim. acta, 1995, v. 40, p. 1395—1399.
- 47. *Касаткин Э.В., Резник М.Ф., Небурчилова Е.Б., Гришин М.В.* Тр. XIV симп. «Современная химическая физика Туапсе-2002», 2002, с. 83—84.
- 48. *Касаткин Э.В., Небурчилова Е.Б.* Тез. XI симп. «Современная химическая физика Туапсе-99», 1999, с. 64—65.
- 49. *Трофимова Е.В., Касаткин Э.В., Реформатская И.И.* Защита металлов, 2005, т. 42, № 3, с. 245—257.
- 50. Стрючкова Ю.М., Касаткин Э.В. Физикохимия поверхности и защита материалов, 2008, т.44, №5 с. 464—471; Защита металлов, 2008, v.44, №5, с. 430—436.
- 51. *Стрючкова Ю.М., Касаткин Э.В.* Защита металлов, 2008, т.44. № 6
- 52. Wiesendsger R., Güntherodt H.-J. Springer Series of Surface Sciences, 1992, v. 28, p. 1—49.
- 53. *Wiechers J., Twomey T., Kolb D.M., Behm R.J.* J. Electroanal. Chem., 1988, v. 248, p. 225—230.
- 54. Itaya K., Tomita T. Surf. Science, 1988, v. 221, p. L507.
- 55. Sonnenfeld R., Hansma P.K. Science, 1986, v. 232, p. 211.
- 56. Fan Fu-Ren F. Bard A.O. J. Electrochem. Soc., 1989, v. 136, № 1, p. 166.
- 57. Bhardwaj R.C., Gonzalez-Martin A., Bockris J. Ibid., 1991, v. 138, № 7, p. 1901—1908.
- 58. Diez-Perez I., Gorostiza P., Sanz F., Miiller C. Ibid., 2001, v. 148, p. B307—B313.
- Diez-Perez I., Gorostiza P., Sanz F. Ibid., 2003, v. 150,
 p. B348—B354.
- 60. Femenia M., Pan J., Leygraf C., Luukonen P. Corrosion Science, 2001, v. 43, p. 1939.
- 61. Cabrera-Sierra R., Batina N., Gonzalez I. J. Electrochem. Soc., 2005, v. 152, p. B534—B539.
- 62. Maurice V., Yang W.P., Marcus P. Ibid., 1995, v. 141, p. 3016—3027.
- 63. Maurice V., Yang W.P., Marcus P. Ibid., 1996, v. 143, p. 1182—1193.
- 64. Maurice V., Yang W.P., Marcus P. Ibid., 1998, v. 145, p. 909—921.
- 65. *Bai С.* Тез. докл. XVIII Менделеевского съезда по общей и прикладной химии. Москва, 23—28 сентября 2007 г. 2007,
- 66. Плесков Ю.В. Электрохимия, 2007, т. 41, № 12, с. 11510—1512.