диэлектрического материала в активной части трибоэлектрического наногенератора использованы три различных полимера, и установлено, что мощность генератора зависит от типа используемого диэлектрического материала.

ЛИТЕРАТУРА

- 1. S. Wang, X. Mu, X Wang, A. Gu, Z-L. Wang, Y. Yang, Elastoaerodynamics-driven triboelectric nanogenerator for scavenging air-flow energy/. ACS Nano. 2015. Vol. 9(10).- P. 9554–9563.
- 2. Y. Wu, X. Zhong, X. Wang, Y. Yang, Z-L. Wang, Hybrid energy cell for simultaneously harvesting wind, solar, and chemical energies/-Nano Res. 2014.-Vol. 7(11). P. 1631-1639.
- 3. P. Bai, G. Zhu, Y. Liu, J. Chen, Q. Jing, W. Yang, J. Ma, G. Zhang, Z-L. Wang Cylindrical rotating triboelectric nanogenerator/. ACS Nano. -2013. Vol. 7(7). P. 6361–6366.
- 4. Z. Wang, On Maxwell's displacement current for energy and sensors: the origin of nanogenerators/ Materials Today. 2017. Vol. 20(2). P. 74–82.
- 5. Y. Zhou, Ma. Shen, X. Cui, Y. Shao, L. Li, Y. Zhang, Triboelectric nanogenerator based self-powered sensor for artificial intelligence/-Nano Energy. 2021. Vol. 84 (2021). 105887

УДК 544.653.23

А.О. Черетаева, Е.Д. Боргардт, М.Р. Шафеев, А.В. Полунин Тольяттинский государственный университет, Тольятти, Россия

МИКРОДУГОВОЕ ОКСИДИРОВАНИЕ МАГНИЕВОГО СПЛАВА МА14 В РАЗЛИЧНЫХ ЭЛЕКТРОЛИТАХ ДЛЯ ПОВЫШЕНИЯ АНТИКОРРОЗИОННЫХ И МЕХАНИЧЕСКИХ СВОЙСТВ

Поверхностное модифицирование магниевых сплавов (МС) является актуальной задачей, поскольку позволяет получать функциональные «гибридные» материалы, совмещающие легкость и пластичность Мg-матрицы с высокими механическими и барьерными свойствами поверхности.

Одной из наиболее перспективных технологий поверхностного упрочнения МС является микродуговое (плазменно-электролитическое) оксидирование (МДО или ПЭО), позволяющее формировать на поверхности вентильных металлов керамические оксидные слои, во много раз превосходящие обрабатываемый металл по твердости, износостойкости и антикоррозионным свойствам.

Цель работы — исследование влияния системы электролита для МДО на структуру, механические и антикоррозионные свойства оксидных слоев, формируемых на конструкционном сплаве MA14 (Mg-5.7Zn-0.9Zr).

МДО сплава проводили в течение 15 минут на переменном токе при частоте формовочных импульсов 250 Гц. Плотность тока, соотношение катодного и анодного действующих токов полупериодов, коэффициент заполнения импульсов и температура электролита поддерживались постоянными — 10 А/дм²; 0,50, 50% и 286 К соответственно. Варьируемым параметром был состав электролита (таблица 1).

Таблица 1 – Состав электролитов для МДО

Эпоитро	Концентрация компонентов в электролите, г/л					
Электро- лит/(образец)	КОН	Na ₂ HPO ₄ × 12H ₂ O	NaF	Na ₂ SiO ₃ × 9H ₂ O	NaAlO ₂	
1 / (S1)	1	10	10	_	_	
2 / (S2)	1	10	10	15	_	
3 / (S3)	1	10	10	_	15	

Исследование структуры, элементного (химического) состава и толщины оксидных слоев выполняли на поперечных шлифах с помощью автоэмиссионного сканирующего электронного микроскопа в режиме BSE. Измерения микротвердости $HV_{0.025}$ проводили с помощью динамического микротвердомера при нагрузке 245,2 мН. Адгезионную прочность оксидных слоев оценивали с помощью скретчестера по схеме увеличивающейся нагрузки: определяли нагрузку разрушения слоя и рассчитывали удельную (к толщине слоя) критическую нагрузку продира. Коррозионную стойкость образцов изучали методами потенциодинамической поляризации (PDP) и импедансной спектроскопии (EIS) в 0,9 масс.% NaCl при 295 \pm 2 К.

МДО в базовом (фосфатном) электролите №1 приводит к формированию оксидного слоя (S1) с многочисленными поперечными трещинами и порами (рис. 1а). Внутренняя (барьерная) зона слоя на границе раздела с магниевой подложкой обладает выраженной мезопористой структурой и несплошностями. Введение в электролит метасиликата натрия или алюмината натрия приводит к повышению однородности и снижению пористости ПЭО-слоев (рис. 16-в) с сохранением выраженной «двухслойности» структуры, особенно у образца S2.

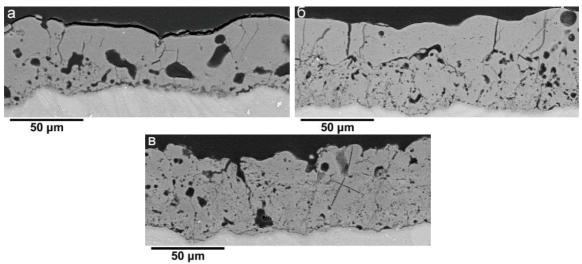


Рисунок 1 - Микроструктура оксидных слоев на сплаве MA14: S1 (a), S2 (б) и S3 (в).

Кремний и алюминий, привносимые из электролитов № 2 и 3, вытесняют фтор и фосфор и равномерно распределяются в «покрытии», их содержание составляет ≈ 9 и 16% соответственно. Таким образом, алюминат натрия более активно участвует в формировании оксидного слоя при одинаковых технологических условиях. Обнаружено перераспределение фтора в оксидных слоях: равномерное распределение в слое S1 меняется на преимущественную локализацию в тонком барьерном слое (≈ 5-10 мкм) на границе раздела со сплавом для образцов S2 и S3, что может указывать на формирование аморфного фторидсодержащего слоя, с высокими антикоррозионными свойствами [1].

Под влиянием метасиликата или алюмината натрия наблюдается повышение толщины (\approx на 38% и 20% для S2 и S3) и средней микротвердости (на 20-25%) оксидных слоев (табл. 2), увеличивается нагрузка разрушения оксидного слоя (L_{C2}). С учетом разнотолщинности «покрытий» наилучшие показатели адгезионной прочности достигнуты на образцах S3, что \approx на 22% выше, чем F_C образцов S1, формируемых в базовом электролите (N21).

Таблица 2 – Толщина и механические характеристики оксидных слоев

Образец	Толицию мим	Твердость,	Адгезия		
	Толщина, мкм	$HV_{0.025}$, МПа	L_{C2} , H	F_C , $H/мкм$	
S1	49,2±7,2	436±100	28±0,6	$0,577\pm0,089$	
S2	67,8±5,0	548±137	30±0,3	$0,447\pm0,068$	
S3	59,2±6,5	522±76	41±0,6	0,702±0,098	

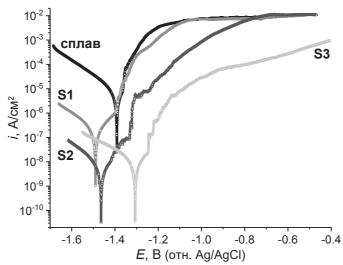


Рисунок 2 - Поляризационные (тафелевские) кривые исходного сплава MA14 и образцов с оксидными слоями S1-S3.

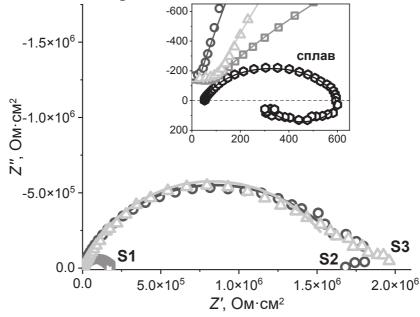


Рисунок 3 - Кривые Найквиста образцов сплава MA14 в исходном состоянии (вставка) и с оксидными слоями S1-S3

Исходный сплав МА14 имеет низкую коррозионную стойкость ($i_{corr}\approx 12,6$ мкА/см²). МДО позволило снизить плотность тока коррозии от 2 до 3,5 порядков в зависимости от состава электролита. Наилучший антикоррозионный эффект достигнут при МДО в электролитах 2 и 3 ($i_{corr}\approx 8$ и 6 нА/см² и $|Z|_{f=0,01\Gamma_{tt}}\approx 2,1$ и 1,9 МОм·см² соответственно), причем для образца S3 следует отметить более низкие величины плотности тока при больших анодных поляризациях (рис. 2) и отсутствие индуктивной петли в области низких частот на кривой Найквиста (рис. 3), что позволяет прогнозировать более высокие ан-

тикоррозионные свойства при длительном воздействии агрессивной среды.

Работа выполнена при поддержке Министерства науки и высшего образования Российской Федерации (проект FEMR-2021-0011).

ЛИТЕРАТУРА

1. Zhu, L. The mechanism for tuning the corrosion resistance and pore density of plasma electrolytic oxidation (PEO) coatings on Mg alloy with fluoride addition / L. Zhu, H. Li, Q. Ma, J. Lu, Z. Li // Journal of Magnesium and Alloys. – 2021. DOI: 10.1016/j.jma.2021.10.007.

УДК 541.64:539.2

3.С. Гурина¹, И.В Мацукевич², Н.В. Кулинич², А.Н. Мурашкевич¹
¹Белорусский государственный технологический университет, Минск
²Институт общей и неорганической химии Академии наук, Республика Беларусь *E-mail: man@belstu.by*

ФИЗИКО-ХИМИЧЕСКИЕ СВОЙСТВА КОМПОЗИЦИОННЫХ МАТЕРИАЛОВ НА ОСНОВЕ ОКСИДОВ ТИТАНА И МАГНИЯ

В системе TiO_2 – MgO установлено существование трех стехиометрических соединений: Mg_2TiO_4 ($T_{пл}=1760^{\circ}C$), Mg TiO_3 ($T_{пл}=1660^{\circ}C$), Mg Ti_2O_5 ($T_{пл}=1660^{\circ}C$). Первые два плавятся с разложением, последнее – не разлагаясь [1]. Титанаты магния используют в авиационной и космической отраслях в качестве пигментов, компонентов конденсаторных материалов, фотокатализаторов [2–3]. Кроме того, композиты на основе титанатов магния проявляют активность в процессах фотодеградации органических соединений под воздействием видимого света [4]. Цель настоящей работы – получение композиционных материалов на основе оксидов титана и магния глицинцитрат-нитратным методом, исследование их физико-химических и фотокаталитических свойств.

Композиционные материалы в системе TiO_2 – MgO получали вышеуказанным методом с использованием в качестве исходных компонентов метатитиновой кислоты $H_2TiO_3(\mathsf{ч})$, гексагидрата нитрата магния $(Mg(NO_3)_2\cdot 6H_2O\ (\mathsf{ч.д.a.})$, лимонной кислоты $C_6H_8O_7(\mathsf{x.ч.})$, глицина $NH_2CH_2COOH\ (\mathsf{ч.д.a.})$ без дополнительной очистки. На первой стадии метатитановую кислоту обрабатывали раствором пероксида водорода в щелочной среде (раствор аммиака) для превращения в растворимую форму согласно реакции:

$$\text{H}_2\text{TiO}_3 + x \text{ H}_2\text{O}_2 + (2-x) \text{ OH}^- \rightarrow [(\text{TiO}_2)_x (\text{H}_2\text{O})_{4-x}]_{2-x} + (3/2x-2) \text{ H}_2\text{O}.$$

Полученный раствор смешивали с определенным количеством глицина и лимонной кислоты при мольном соотношении углерод/азот (C/N), равном 0,25. Растворы упаривали при постоянном перемешива-