Nowe nanostruktury palladu

prof. nzw. dr hab. ELŻBIETA CZERWOSZ¹, dr EWA KOWALSKA¹, dr inż. MIROSŁAW KOZŁOWSKI¹, dr hab. PIOTR DŁUŻEWSKI²

¹ Instytut Tele- i Radiotechniczny, Warszawa, ² Instytut Fizyki PAN, Warszawa

Pallad odrywa ważną rolę w wielu dziedzinach przemysłu, medycyny, ochrony środowiska i energetyki. W zależności od stanu, w jakim występuje, może być stosowany w postaci ciała stałego (proszek lub warstwa), roztworu, czy w jako nanoobiekty o różnej formie strukturalnej. W ostatnich latach, w szczególności ta ostatnia forma palladu budzi największe zainteresowanie. W niektórych zastosowaniach kontrola kształtu nanoziaren palladu prowadzi do uzyskania materiału, który pozwala na spełnienie wielu bardzo wysublimowanych wymagań. Na przykład można zaprojektować materiał, który będzie zawierał katalizator w postaci tak uformowanej, że konkretne płaszczyzny krystalograficzne będą tworzyły ściany kryształu, a więc będzie można ustalić, ile atomów znajdzie się na powierzchni takiego materiału. Takie zaprojektowanie materiału pozwoli na wzmocnienie jego właściwości odnośnie reaktywności i selektywności wytworzonego nanokatalizatora [1–3].

Inną ważną cechą nanostruktur Pd występujących na powierzchni jest zachodzenie zjawiska powierzchniowego rezonansu plazmonowego, który prowadzi do zastosowań związanych z powierzchniowo wzmocnionym rozproszeniem ramanowskim SERS (*Surface-Enhanced Raman Scattering*), optyczną detekcją wodoru i fotomedycyną zwalczającą np. nowotwory [4]. Obliczenia teoretyczne wskazują, że pasmo związane z powierzchniowymi plazmonami może się przesuwać od 330 nm (dla nanoziaren o kształcie sześciennym) do 530 nm (dla ziaren o kształcie ikozaedrycznym) w zależności od kształtu i wielkości nanocząstek [5–7].

Pallad jako metal o strukturze typu *fcc* może przyjmować ogromną ilość postaci geometrycznych [8, 9]. W początkowej fazie wzrostu cząstek palladu z fazy gazowej tworzą się klastry [10]. Krytyczna wielkość tych klastrów nie jest dobrze określona w literaturze, często natomiast mówi się o liczbach magicznych, odpowiadających najczęściej spotykanym w tych klastrach liczbom atomów je tworzących. Ten etap jest etapem nukleacji ziarna. Po tym etapie możliwy jest wzrost ziaren różnych typów (pojedynczego monokrystalitu, pojedynczo i wielokrotnie zbliźniaczonego krystalitu). Takie ziarna przeradzają się następnie w przejściowe produkty krystalizacji (oktaedrony, sześciościany, sześciooktaedrony, dekaedrony, ikozaedrony i formy bipiramidy kwadratowe). Dopiero uformowanie się postaci przejściowej prowadzi do końcowej postaci formy nanokrystalicznej (np. nanopręta czy nanobloku).

W Instytucie Tele- i Radiotechnicznym od wielu lat prowadzone są badania nad wzrostem warstw zawierających nanostruktury palladu oraz nanostruktur układu pallad-krzem [10–14]. W wyniku tych prac otrzymaliśmy wiele typów nanostrukturalnego palladu. W tej pracy przedstawiamy rezultaty badań SEM i TEM takich obiektów pod względem ich struktury, formy geometrycznej i składu.

Metodologia badań

Warstwy zawierające nanostruktury palladu otrzymane zostały w wyniku przeprowadzenia procesu PVD i/lub procesów PVD i CVD następujących po sobie. Proces PVD (*Physical Vapor Deposition*) odbywa się poprzez odparowanie na dowolne podłoże, w warunkach dynamicznej próżni (10⁻⁶ mbar), z dwóch osobnych źródeł zawierających odpowiednio fulleren i octan palladu. Proces CVD (*Chemical Vapor Deposition*) odbywa się w reaktorze kwarcowym w wysokiej temperaturze w przepływie mieszaniny ksylenu i argonu. Czas trwania procesu CVD oraz temperatura są zmieniane w zakresie 5...60 min. i odpowiednio 500...900°C. Parametry procesu PVD (temperatura podłoża, czas trwania procesu, stosunek temperatury w źródle 1 do temperatury w źródle 2) warunkują ilość palladu w otrzymanej warstwie początkowej.

Zaś parametry procesu CVD warunkują postać otrzymywanych nanostruktur palladu.

W badaniach morfologii i topografii warstw wykorzystywano mikroskop skaningowy z emisją polową firmy JEOL-JSM 7600F z detektorem elektronów wtórnych SE (*Secondary Electron*) oraz elektronów wstecznie rozproszonych pod małym kątem LABE (*Low Angle Backscattered Electron*). Detektor LABE umożliwia pokazanie kontrastu kompozycyjnego składników próbki. Pierwiastki o większej liczbie atomowej widoczne są w obrazowaniu SEM jako jaśniejsze obiekty (np. Pd), zaś pierwiastki o mniejszej liczbie atomowej posiadają ciemniejsze zabarwienie (np. C).

Badania TEM wykonano na wysokorozdzielczym analitycznym mikroskopie transmisyjnym Titan Cubed 300 Cubed o energii wiązki 300 keV wyposażonym w spektrometr promieniowania rentgenowskiego EDX (*Energy Dispersive X-ray Spectrometer*).

Nanokrystality Pd w warstwach PVD

W procesie PVD wytwarzano cienkie warstwy C-Pd o grubości ok. 450 nm na podłożach krzemowych. Optymalnie dobrane parametry procesu pozwoliły na otrzymanie warstwy, składającej się z osnowy węglowej, w której rozmieszczone były nanokrystality Pd o średnicy kilku nanometrów. Wytworzona w ten sposób warstwa ma charakter warstwy kompozytowej, gdzie w węglowej matrycy rozmieszczone są nanokrystality Pd o średnicy kilku nanometrów. Obserwacja tych nanokrystality Pd o średnicy kilku nanometrów. Obserwacja tych nanokrystalitów przy pomocy wysokorozdzielczego mikroskopu transmisyjnego pozwoliła stwierdzić, iż mimo bardzo małej średnicy nanokrystality Pd mają budowę polikrystaliczną, co przedstawia *rys. 1.* Taka postać przejściowej formy ziarna (wielokrotnie zbliźniaczony krystalit) warunkuje ewentualny dalszy wzrost nanostruktury. Przedstawiony tutaj przykład pokazu-



Rys. 1. Obrazy TEM przedstawiające: a) fragment warstw z nanokrystalitami Pd, b) powiększony fragment warstwy, c) widmo EDX (linie miedzi pochodzą od siatki nośnej prepatratu), d) obraz HRTEM nanokrystalitu Pd w osnowie węglowej

Fig. 1. TEM images showing: a) fragment of the layer with Pd nanocrystallities, b) magnified fragment of the layer, c) EDX spectrum (copper lines originated from a supporting grid), d) HRTEM image of nanocrystallite of Pd in the carbonaceous matrix