Jan Leżański¹, Marcin Madej², Dorota Smoleń³

Akademia Górniczo-Hutnicza, Wydział Metalurgii i Inżynierii Materiałowej, al. Mickiewicza 30, 30-059 Kraków

WYTWARZANIE I WŁASNOŚCI SPIEKANYCH KOMPOZYTÓW STAL SZYBKOTNĄCA-WĘGLIK WC-MIEDŹ FOSFOROWA

Przedstawiono wyniki badań w zakresie wytwarzania i badania własności spiekanych kompozytów na osnowie stali szybkotnącej z dodatkami węglika WC, miedzi i fosforu w postaci proszku miedzi fosforowej. Określono wpływ zawartości składników na gęstość wyprasek oraz wpływ zawartości składników i temperatury spiekania na strukturę i własności spiekanych kompozytów. Przeprowadzono analizę dylatometryczną procesu spiekania kompozytów. Stwierdzono duży wpływ analizowanych czynników na badane własności.

PRODUCTION AND PROPERTIES OF SINTERED COMPOSITES HIGH SPEED STEEL-TUNGSTEN CARBIDE-COPPER PHOSPHORUS

Attempts have been made to describe the chemical composition and the production process parameter strength and wear resistance composites. The experimental results was partially presented in another publications. In this paper have been studied production and properties of composite high speed steel-tungsten carbide-copper phosphorus. The high speed steel powder was mixed with tungsten carbide WC, copper phosphorus and electrolytic copper. The compositions of the powder mixes were cold compacted uniaxially at 800 MPa. Green compacts were sintered in vacuum at temperatures 1050, 1150 and 1200°C. Dilatometric curves for the sintering are shown in Figure 1. Figure 2 shows the variation in green density for each powder mixes.

Attempts include the as sintered density (Fig. 3), densification during sintering (Fig. 4), Brinell hardness (Fig. 5), benching stress (Fig. 6). Microstructural analysis of the as sintered structures required to use a number of techniques, including optical microscopy (Fig. 7), X-ray diffraction (Fig. 8) and EDX analysis (Fig. 9).

From the analysis of the obtained results and microstructural observations it may be concluded that the as sintered properties of composites is affected by the composition of powder mixes, depend on contents of tungsten carbide, copper and phosphorus. The present study shown that we can produce fully dense high speed steel based composites. Oversintering leeds to a grain growth which, in consequence, decreases the mechanical strength of the composite materials.

WSTĘP

W opracowaniu przedstawiono wyniki badań, które są kontynuacją prac wcześniej opublikowanych [1-8]. Dotyczą one wytwarzania oraz badania struktury i własności spiekanych kompozytów na osnowie stali szybkotnącej z dodatkami węglika WC, miedzi i fosforu, dodawanego w postaci proszku miedzi fosforowej. Miedź i fosfor powodują powstanie fazy ciekłej aktywującej proces spiekania [7], umożliwiającej skuteczne oddziaływanie na strukturę i na własności spieków. Celem badań jest opracowanie składu chemicznego i technologii wytwarzania spiekanych kompozytów o dużej gęstości i złożonej strukturze, odpowiedniej do zastosowań jako materiały odporne na ścieranie i o wysokich własnościach ślizgowych.

PRZEBIEG PROCESU WYTWARZANIA KOMPOZYTÓW

Do badań stosowano rozpylany wodą proszek stali szybkotnącej gatunku M3/2, proszek węglika wolframu

WC, proszek miedzi elektrolitycznej oraz mielony proszek miedzi fosforowej o zawartości 8,34% fosforu. Z proszków tych, w wyniku mieszania w młynku moździerzowym przez 120 minut, wytwarzano mieszanki o następujących zawartościach składników:

| 1. M10WC7,5Cu0,2P | 7. M10WC30Cu0,2P |
|-------------------|-------------------|
| 2. M10WC7,5Cu0,4P | 8. M10WC30Cu0,4P |
| 3. M10WC7,5Cu0,6P | 9. M10WC30Cu0,6P |
| 4. M30WC7,5Cu0,2P | 10. M30WC30Cu0,2P |
| 5. M30WC7,5Cu0,4P | 11. M30WC30Cu0,4P |
| 6. M30WC7,5Cu0,6P | 12. M30WC30Cu0,6P |

gdzie M oznacza stal szybkotnącą M3/2, a liczby zawartość węglika WC, miedzi i fosforu w procentach masowych.

Z mieszanek proszków wytwarzano próbki do badań metodą prasowania pod ciśnieniem 800 MPa i spieka-nia przez 1 h w piecu próżniowym w temperaturze 1050, 1150 i 1200°C.

¹ dr hab. inż., ² mgr inż., ³ mgr inż.

BADANIA DYLATOMETRYCZNE PRZEBIEGU SPIEKANIA

Badaniom dylatometrycznym podczas procesu spiekania poddano wypraski z M30WC7,5Cu-0,6P i M30WC30Cu0,6P. Wyniki badań przedstawiono na rysunku 1.



Rys. 1. Dylatometryczne krzywe względnej zmiany długości dL/Lo i szybkości zmiany długości dL/dt podczas spiekania kompozytów M30WC7,5Cu0,6P i M30WC30Cu0,6P

Fig. 1. Dilatometric evaluation of sintered composites

Proces spiekania rozpoczyna się w temperaturze powyżej 1000°C. W tej temperaturze powstaje faza ciekła w wyniku reakcji fosforku żelaza z węglikami typu M_6C i MC oraz żelazem.

Intensywność spiekania zwiększa się w temperaturze około 1080°C - w wyniku stopienia miedzi, zwłaszcza w kompozycie o zawartości 30% miedzi oraz w temperaturze około 1160°C - w wyniku częściowego topnienia osnowy stali szybkotnącej, spowodowanego wpływem fosforu na temperaturę topnienia węglików typu M₆C.

WŁASNOŚCI WYPRASEK I SPIEKANYCH KOMPOZYTÓW

Wyniki badań gęstości wyprasek przedstawiono na rysunku 2, a własności spiekanych kompozytów na rysunkach 3-6.

Dodatek miedzi fosforowej powoduje obniżenie zagęszczalności mieszanek proszków w stosunku do mieszanek z dodatkiem czystej miedzi. Ze wzrostem zawartości czystej miedzi i węglika WC w mieszance wpływ miedzi fosforowej jest nieznaczny. Miedź fosforowa wpływa bardziej intensywnie niż czysta miedź [2] na aktywację procesu spiekania, co pozwala na osiągnięcie litych spiekanych kompozytów. Gęstość spiekanych kompozytów jest tym większa, im większy jest dodatek miedzi fosforowej, miedzi i weglika WC oraz im wyższa temperatura spiekania. Potwierdza to wyniki badań dylatometrycznych (rys. 1), z których wynika, że ze wzrostem temperatury oraz zawartości miedzi i fosforu zwiększa się skurcz próbek, spowodowany zwiększonym udziałem fazy ciekłej, co powoduje zwiększony przyrost gęstości spieków (rys. 4).







Rys. 3. Wpływ zawartości składników i temperatury spiekania na gęstość spiekanych kompozytów

Fig. 3. Relative densities as a function of sintering temperature and composition of powder mixes



Rys. 4. Wpływ zawartości składników i temperatury spiekania na wielkość zmian gęstości spiekanych kompozytów

Fig. 4. The densification as a function of sintering and composition of powder mixes



Rys. 5. Wpływ zawartości składników i temperatury spiekania na twardość spiekanych kompozytów

Fig. 5. Influence of sintering temperature and temperature composition of powder mixes on hardness of composites



Rys. 6. Wpływ zawartości składników i temperatury spiekania na wytrzymałość na zginanie spiekanych kompozytów

Fig. 6. Bending stress as a function of sintering temperature and composition of powder mixes

Węglik WC także wpływa na zwiększenie stopnia zagęszczenia kompozytów. Może on sprzyjać przegrupowaniu cząstek w wyniku dużego stopnia rozdrobnienia lub w wyniku tworzenia dodatkowej ilości fazy ciekłej, pod wpływem oddziaływania chemicznego ze stalą. Przebieg zmian twardości i wytrzymałości na zginanie spiekanych kompozytów (rys. rys. 5 i 6) nie zawsze jest zgodny ze zmianami ich gęstości (rys. 3).

Kompozyty o zawartości 7,5% miedzi mają zwykle tym większą twardość i wytrzymałość na zginanie, im wyższa temperatura spiekania i większa ich gęstość. Natomiast kompozyty o zawartości 30% miedzi, spiekane w temperaturze 1150°C, mają często większą twardość i wytrzymałość na zginanie niż kompozyty spiekane w temperaturze 1200°C. W próbkach spiekanych w temperaturze 1200°C występuje niekorzystne zjawisko wyciekania miedzi na ich powierzchnię. Zjawisko to nasila się ze wzrostem zawartości fosforu w próbkach. Zmiana zawartości fosforu w kompozy-tach w zakresie 0,2 do 0,6% nie powoduje wyraźnego i jednoznacznego wpływu na twardość i wytrzymałość na zginanie kompozytów. Wzrost zawartości twardego węglika WC także nie powoduje wyraźnego zwiększenia twardości i powoduje obniżenie wytrzymałości kompozytów.

STRUKTURA SPIEKANYCH KOMPOZYTÓW

Struktura kompozytów M-WC-Cu-P zależy od ich składu chemicznego i temperatury spiekania. Na podstawie obserwacji struktury (rys. 7) oraz rentgenowskiej dyfrakcyjnej analizy fazowej (rys. 8) i mikroanalizy rentgenowskiej EDX (rys. 9) stwierdzono, że składnikami strukturalnymi spiekanych kompozytów są produkty przemiany austenitu z wydzieleniami węglików typu M₆C i MC, węglik WC, wprowadzony do stali metodą mieszania proszków, który przy większej jego zawartości otacza obszary stali oraz obszary roztworu żelaza i chromu w miedzi.



Rys. 7. Struktury spiekanych kompozytów M-WC-Cu-P (SEM):
a) M30-WC7,5Cu0,6P spiekanego w temperaturze 1150°C,
b) M30WC-7,5Cu0,6P spiekanego w temperaturze 1200°C,
c) M30WC30Cu-0,6P spiekanego w temperaturze 1150°C

Fig. 7. SEM microstructure of as sintered M-WC-Cu-P: a) M30WC-7.5Cu0.6P sintered at 1150°C, b) M30WC7.5Cu0.6P sintered at 1200°C, c) M30WC30Cu0.6P sintered at 1150°C

Roztwór bogaty w miedź zwykle wypełnia przestrzenie między węglikami WC, a przy większej zawartości miedzi w kompozycie występuje także w postaci większych obszarów niezawierających węglików. Proces spiekania kompozytów powoduje rozrost ziaren ich osnowy i węglików, który jest tym większy, im większa zawartość węglika WC i fosforu oraz im wyższa temperatura spiekania.



Rys. 8. Dyfraktogramy spiekanych kompozytów M-WC-Cu-P Fig. 8. X-ray diffractograms of the as sintered composites M-WC-Cu-P



- Rys. 9. Widmo energetyczne kompozytu M30WC30Cu0,6P: a) obszar stali, b) obszar bogaty w miedź
- Fig. 9. Energy spectrum of composite M30WC30Cu0.6P: a) steel region, b) cooper rich region

WNIOSKI

 Gęstość wyprasek wzrasta ze zwiększeniem zawartości miedzi i węglika WC i na ogół maleje ze wzrostem zawartości miedzi fosforowej.

- Proces spiekania w temperaturze 1050, 1150 lub 1200°C powoduje znaczące zwiększenie gęstości kompozytów. Wpływ ten jest tym większy, im wyższa temperatura spiekania oraz im większa zawartość fosforu, miedzi i węglika WC. Spiekanie w temperaturze 1200°C umożliwia otrzymanie kompozytów litych.
- Skurcz kształtek i przyrost gęstości w procesie spiekania jest tym większy, im większa zawartość fosforu, miedzi i węglika WC w kompozycie.
- 4. Zwiększenie temperatury spiekania na ogół powoduje przyrost twardości i wytrzymałości na zginanie kompozytów, a zwiększenie zawartości miedzi i węglika WC powoduje ich obniżenie.
- Struktura kompozytów składa się z produktów przemiany austenitu z wydzieleniami węglików typu M6C i MC oraz węglika WC i obszarów bogatych w miedź, występujących w przypadku dużej zawartości miedzi.
- Podwyższenie temperatury spiekania od 1150 do 1200°C nie zawsze powoduje zwiększenie wytrzymałości na zginanie kompozytów.
- W procesie spiekania kompozytów o zawartości 30% miedzi w temperaturze 1200°C występuje niekorzystne zjawisko wyciekania miedzi na powierzchnię próbek.

Podziękowanie

Dziękujemy pani prof. Wiktorii Ratuszek za wykonanie dyfrakcyjnej analizy fazowej.

Praca została wykonana w ramach projektu badawczego nr 7 T08D 009 15, finansowanego przez KBN.

LITERATURA

- Leżański J., Spiekane kompozyty stal szybkotnąca-miedź, Materiały konferencyjne Nowe Materiały - Nowe Technologie Materiałowe w Przemyśle Okrętowym i Maszynowym, Szczecin-Świnoujście 1998, T. I, 127-132.
- [2] Leżański J., Rzymek M., Wytwarzanie i własności spiekanych kompozytów stali szybkotnących z miedzią, Rudy i Metale Nieżelazne 1999, 44, 1, 628-633.
- [3] Leżański J., Konstanty J., Sintered High Speed Steel-Tungsten Carbide-Copper Composites, World Congress Kyoto, Proceedings of 2000 Powder Metallurgy World Congress, Cz. 2, Kyoto 2000, 1014-1016.
- [4] Leżański J., Spiekane kompozyty na osnowie stali szybkotnącej, Problemy metaloznawstwa w technice XXI wieku, Kielce 26-28 czerwca 2000, 307-314.
- [5] Leżański J., Konstanty J., Kazior J., Sintered High Speed Steel-Base Composites for Wear and Sliding Application, Kompozyty (Composites) 2001, 1, 1, 32-35.
- [6] Madej M., Leżański J., Kształtowanie struktury kompozytów na osnowie stali szybkotnącej, infiltrowanych miedzią, Kom-pozyty (Composites) 2001, 1, 2, 175-179.
- [7] Madej M., Leżański J., Wpływ dodatku miedzi i miedzi fosforowej na przebieg spiekania stali szybkotnącej, Rudy i Metale Nieżelazne 2001, 46, 2, 74-77.
- [8] Leżański J., Wpływ miedzi i węglika wolframu na własności kompozytów na osnowie stali szybkotnącej, Rudy i Metale Nieżelazne 2001, 46, 5-6, 285-287.

Recenzent Zygmunt Nitkiewicz