

9. DENİZLİ MAYIS 2002 9. DENIZLI WERKSTOFF -TAGUNG 8. - 9. - 10. MAI 2002 PAÜ - MÜHENDİSLİK FAKÜLTESİ - DENİZLİ

# SIC-PARTİKÜL TAKVİYELİ ALÜMİNYUM METAL MATRİSLİ KOMPOZİTİN STATİK VE YÜKSEK HIZ DEFORMASYON DAVRANIŞININ MODELL'ENMESİ

### İsmail TİRTOM\* , Hasan YILDIZ\*\* , Mustafa GÜDEN\*\*\*

\*Malzeme Bilimi ve Mühendisliği Programı, İzmir Yüksek Teknoloji Enstitüsü \*\*Makina Mühendiliği Bölümü, Ege Üniversitesi \*\*\*Makina Mühendiliği Bölümü, İzmir Yüksek Teknoloji Enstitüsü

#### ÖZET

SiC-partikül 2024 Al matrisli Metal Matris Kompozitin yüksek deformasyon hızlarındaki mekanik davranışı sonlu elemanlar metodu ile modellenmiştir. Modelde viskoplastik matris ve küresel partikülden oluşan eksenel simetrik birim hücre kullanılmıştır. Model sonucunda, kompozitin deformasyon hızı duyarlılığının takviyesiz matris malzemesinden daha yüksek olduğu bulunmuştur. Kompozitde artan deformasyon hızı duyarlılığına matrisde deformasyon hızı ile artan gerilmelerin neden olabileceği ileri sürülmüştür. Bulunan sonuçlar deneysel sonuçlarla karşılaştırılmıştır.

Anahtar Kelimeler: SiC-partikül Al kompozit, yüksek hız deformasyon özellikleri, modelleme.

#### ABSTRACT

The high strain rate mechanical behavior of an SiC-particulate reinforced 2024 Al Metal Matrix composite has been investigated using finite element numerical method. In the model, an axisymmetric unit cell in which a spherical particle embedded inside a viscoplastic matrix was used. As a result of modelling, the strain rate sensitivity parameter of the composite was found to be higher than that of unreinforced matrix. This was attributed to the increase in matrix flow stress with increasing deformation rate. The modelling results were also compared with the experimental results.

Keywords: SiC-particulate Al composite, high strain rate deformation behavior, modelling.

## 1. GİRİŞ

Metal Matris Kompozit (MMK) malzemeler otomobil, havacılık ve savunma sanayisinde yaygın kullanılan malzemelerdir. Metallere göre MMK'lerin dayanım/ağırlık oranları, korozyon ve yüksek sıcaklık dirençleri daha yüksektir. Süreksiz fiber takviyeli MMK'ler geleneksel yöntemlerle nispeten düşük maliyetle üretilmektedir. Yaklaşık 30 yıldır termo-mekanik özellikleri belirlenmeye çalışılan bu malzeme grubunun yüksek hız deformasyon davranışlarını belirlemeye yönelik çalışmalar son yıllarda oldukça artmıştır [1, 2, 3, 4, 5]. Zırh uygulamaları ve darbe olaylarında önem kazanan yüksek hız deformasyon davranışları çeşitli test yöntemleri ile belirlenmektedir. Bu testler örneğin düşen ağırlık, Taylor darbe ve Split Hopkinson Pressure Bar (SHPB) testleridir. Gerilme-birim şekil değişim miktarı davranışını belirleyen SHPB testi en yaygın kullanılanılan metotdur [6, 7, 8].

Yüksek deformasyori hızlarındaki davranışlar malzemelerin ani yük artışlarına uğradığı durumlar olup malzeme davranışları, düşük hızlardaki (statik) davranışlardan oldukça farklı olabilir. Dolayısıyla yüksek deformasyon hızlarının oluşabileceği uygulamalarda malzemelerin mukavemetinin uygulama öncesi hesaplanabilmesi, malzeme israfını ve uygulamada çıkabilecek sorunları azaltmaktadır. Zırh uygulamalarında ise geliştirilen nümerik modellerde malzeme yapısal denklemlerinin, özellikle



#### 9. DENİZLİ MALZEME SEMPOZYUMU 8 - 9 - 10 MAYIS 2002 9. DENIZLI WERKSTOFF -TAGUNG 8. - 9. - 10. MAI 2002 PAÜ - MÜHENDİSLİK FAKÜLTESİ - DENİZLİ



mukavemetin deformasyon hızı ile ilişkisinin bilinmesi gerekmektedir. Ancak MMK malzemelerin yüksek hızlardaki mekanik davranışlarını belirlemeye yönelik testler oldukça pahalı ve nispeten uzun zaman almaktadır. Ayrıca, MMK'lerin dinamik davranışlarını fiberin şekli, boyutu, hacim oranı ve matris içindeki dağılımı gibi birçok parametre etkilemektedir. Bu parametrelerin değişimi, yapılması gereken test sayısını da oldukça arttırmaktadır. Yeterli sayıdaki test sonucu ile farklı takviye şekli, boyutu, hacim oranı ve matris çeşidine sahip MMK'lerin yüksek deformasyon hızı özelliklerinin nümerik yöntemlerle belirlenmesi bu malzemelerin yüksek hız deformasyon özelliklerinin ekonomik ve hızlı bir şekilde elde edilmesini sağlayacaktır.

Bu çalışmada SiC-partikül takviyeli 2024 Al matris kompozit malzemesinin statik ve yüksek hız özellikleri nümerik yöntemle belirlenmeye çalışılmıştır. Kullanılan yöntem daha sonra viskır ve kısa fiber takviyeli benzer kompozit yapılara da uygulanacak ve elde edilen sonuçlarla bu malzemlerin yüksek hız deformasyon öezellilerini belirleyen parametreler belirlenecektir. Nümerik sonuçlar statik ve dinamik hızlarda elde edilen malzeme gerilme-birim şekil değişim miktarı davranışları ile karşılaştırılarak, yöntemin uygulanabilirliği test edilmiştir.

### 2. MMK'LERİN YÜKSEK HIZ DEFORMASYON DAVRANIŞI

Al esaslı kompozit malzemelere yapılan yüksek hız deformasyon testleri bu malzemelerdeki gerilmelerin deformasyon hızı ile arttığını göstermiştir [2, 3]. Deformasyon hızı ile yükselen deformasyon gerilmesinin nedenlerinden birisinin de, matris malzemesindeki gerilmelerin deformasyon hızı ile artmasının sonucudur. Bao ve Lin [9] ve Li ve Ramesh [10] nümerik modelleme sonucunda partikül takviyeli MMK'in deformasyon hızı duyarlılığının takviyesiz matrisden daha yüksek olduğunu buldular. Bu çalışmada ise deformasyon hızı ile gerilmesi artan bir matris yapısına sahip kompozitin deformasyon hızı duyarlılığı sayısal olarak incelenmiştir.

#### 3. MODEL MALZEME

Özellikleri karşılaştırma amacı ile kullanılan model SiC-partikül 2024 Al kompozit, stir döküm meodutu ile üretilmiştir. Mikroyapısı Şekil 1'de verilen kompozitde, partikül hacim yüzde oranı 15 ve partikül ortalama boyutu 20 µm'dir [11]. Şekil 1'de görüldüğü gibi partiküller döküm esnasında tane sınırlarında yoğunlaşmışlar ve partikul boyutu da homojen değildir (Şekil 1).



Şekil 1 Model SiC-partikül 2024 Al kompozitin mikroyapısı

Model kompozit malzeme ve benzer döküm metodu ilile üretilmiş takviyesiz matris 2024 Al alaşımının statik ve dinamik-gerilme-birim şekil değişim miktarı davranışları daha önceki bir çalışmada Instron ve SHPB metodu ile belirlenmiştir [11]. SHPB metodunda, iki uzun çubuk arasına yerleştirlen silindirik nümune, üçüncü bir çubuğun çarpması ile oluşturulan gerilme dalgası ile yüksek hızda basma testine maruz kalmaktadır. Deformasyon esnasında çubuklar üzerinden okunan gerilme dalgaları miktarları kullanılarak nümunenin gerilme-birim şekil değişim miktarı ve deformasyon hızı belirlenmektedir [12]. Oluşan deformasyon hızı üçüncü çubuğun çarpma hızına bağlı olarak değişmektedir.



#### 9. DENİZLİ MALZEME SEMPOZYUMU 8-9-10 MAYIS 2002 9. DENIZLI WERKSTOFF -TAGUNG 8-9-10. MAI 2002 PAÜ - MÜHENDİSLİK FAKÜLTESİ - DENİZLİ

Şekil 2(a) ve (b) takviyesiz matrisin ve kompozitin farklı deformasyon hızlarındaki deneysel gerçek gerilme-birim şekil değişim miktarlarını göstermektedir. Beklenildiği gibi düşük birim şekil değişim miktarlarında (0.05) kompozit, takviyesiz matrisden daha yüksek akma mukavemeti ve birim şekil değişim miktarl sertleşmesi göstermektedir. Yüksek birim şekil değişim miktarlarında ise birim şekil değişim miktarl sertleşmesi her iki yapıda da benzer değerlere ulaşmaktadır.



Şekil 2 2024 Al ve SiC/Al MMK'in değişik deformasyon hızlarındaki gerilme-birim şekil değişim davranışları.

#### 4. MODEL

Partiküllerin küresel, eşit hacimli homojen dağılmış olduğu model kompozit yapısı şekil 3(a)'da gösterilmiştir. Birim hücre eksenel simetrik modellenmiştir (Şekil 3(b) ve (c)). Modelde matrisin ve partikül-matris arayüzeyinin yük altında sürekli olduğu varsayılmıştır. Şekil 3(c)'deki mesh yapısı, sonlu elemanlar LUSAS paket programı ile QAX8 eksenel simetrik elemanı (8 düğüm noktalı, dörtyüzlü, eğrisel) kullanılarak çözülmüştür.



Şekil 3 Birim hücre oluşumu a) kompozit b) birim hücre ve c) eksenel simetrik mesh.

Matrisin yapısal denklemi statik ve yüksek deformasyon hızlarında elde edilen % 6 birim şekil değişim miktarına tekabül eden akma gerilmesi kullanılarak bulunmuştur. Akma gerilmesi aşağıdaki denkleme uydurulmuştur:

(1)

$$\sigma(\varepsilon) = \sigma_s + k \varepsilon$$



9. DENİZLİ MALZEME SEMPOZYUMU 8 - 9 - 10 MAYIS 2002 9. DENIZLI WERKSTOFF -TAGUNG 8 - 9. - 10. MAI 2002 PAÜ - MÜHENDİSLİK FAKÜLTESİ - DENİZLİ



Denklem 1'de  $\sigma$  deformasyon hızındaki gerilme,  $\sigma$ s statik gerilme, k deformasyon hızı duyarlılığı ve  $\varepsilon$ ise deformasyon hızıdır (birim şekil değişim miktarı hızı). Şekil 4' de takviyesiz matrisin değişik deformasyon hızlarında hesaplanan ve deneysel gerilme- birim şekil değişim miktarı grafikleri verilmiştir. Deneysel sonuçlarla hesaplanan gerilmeler %6 birim şekil değişim miktarından sonra oldukça yakındır. Grafiklerin ilk bölgelerindeki uyuşmazlık SHPB test metodunun düşük birim şekil değişim miktarlarındaki gerilmeyi hassas ölçememesinden kaynaklanmaktadır [8].



Şekil 4 2024 Al takviyesiz matrisin değişik hızlardaki gerilme-birim şekil değişim miktarı grafikleri.

SiC partikülleri lineer elastik kabul edilmiş olup elastik modülü (E) 450 Gpa ve poisson oranı (v) 0.17 alınmıştır. 2024 Al matrisi için LUSAS programı içinde tanımlanmış olan katılaşmayı içeren Von Mises gerilmesi kullanılmıştır. Modelde, matris malzemesinin gerilme-birim şekil değişim miktarı değerleri farklı deformasyon hızları için tablo halinde programa girilmektedir. Eksenel simetrik modelde sınır koşulları şöyledir: sol kenarda ux= 0 ve alt kenarda uy = 0 alınmıştır (Şekil 3(c)). Ayrıca, kuvvetin uygulandığı üst kenarda, nodların deformasyonu eşit olacak şekilde kısıtlandırılmıştır. Modelde birim hücrede y yönünde deformasyon % 30 miktarına kadar %1 artılarak birim hücre içerisinde oluşan gerilmeler hesaplanmıştır.

Partikül ile kuvvetlendirmenin kompozitin gerilme-birim şekil değişimi miktarı grafiklerinin belirlenmesi için birim hücrede oluşan gerilmelerin ve şekil değişim miktarlarının ortalaması alınmıştır [13]. Kompozitde ortalama eşdeğer gerilme aşağıdaki formülle hesaplanmıştır;

$$\sigma_{c} = \frac{\sum_{i=1}^{N} \sigma_{i}}{N}$$
<sup>(2)</sup>

Burada oi ve N sırasıyla elemanın gauss noktalarındaki eşdeğer gerilmesi ve toplam gauss noktası sayısıdır.

### 5. SONUÇLAR VE TARTIŞMALAR

Şekil 5'de kompozitin statik (1.5x 10-3 s-1) nümerik ve deneysel gerilme-birim şekil değişim miktarı grafiği gösterilmiştir. Kompozitde, deneysel gerilme miktarları nümerik değerlerden yaklaşık 30 MPa daha yüksektir. Şekil 6'da matrisin ve kompozitin hesaplanan gerilme-birim şekil değişim miktarı davranışları değişik deformasyon hızlarında gösterilmiştir. Şekil 7'de %6 birim şekil değişim miktarına tekabül eden gerilmeler deformasyon hızına karşılık çizilmiştir. Bu grafiklerdeki veriler Denklem 1'e uydurulmuştur. Kompozitin hesaplanan



#### 9. DENİZLİ MALZEME SEMPOZYUMU 8 - 9 - 10 MAYIS 2002 9. DENIZLI WERKSTOFF -TAGUNG 8. - 9. - 10. MAI 2002 PAÜ - MÜHENDİSLİK FAKÜLTESİ - DENİZLİ

deformasyon hızı duyarlılığı (0.0183) takviyesiz maristen daha yüksektir (Şekil 7). Ancak deneysel olarak bulunan kompozit deformasyon hızı duyarlılığı nümerik değerden daha küçük ve takviyesiz matrisinkine oldukça yakındır (0.0149).

1



Şekil 5 Kompozitin hesaplanan ve deneysel statik davranışları ve matrisin statik davranışı.







Şekil 7 %6 birim şekil değişim miktarı gerilmesine karşılık deformasyon hızı.

Kompozitin nümerik ve deneysel bulunan statik ve yüksek hız davranışlarındaki farklılıkların nedenleri şöyle sıralanabilir; a) model kompozitdeki partiküllerin homojen olmayan boyutu ve dağılımı, b) prtiküllerin küresel olmaması c) kompozitdeki matrisin ve takviyesiz matrisin mikroyapılarındaki farklılıklar, örneğin tane boyutu ve ikincil faz miktarındaki farklılıklar ve d) üretim esnasında kompozitde matris ve partikülün termal uzama miktarlarındaki farklılıklardan kaynaklanan iç gerilmeler. Sıralanan farklılırın etkileri daha sonra detaylı incelenecektir.





Yüksek hız deformasyonunda ortaya çıkan plastik deformasyondan kaynaklanan malzeme ısınması malzeme gerilmesini azaltmaktadır. Adiyabatik ısınma olarak adlandırılan bu olay, gerilmelerin daha yüksek olduğu kompozit yapıda daha yüksek sıcaklık artışına neden olabilir. Bu da kompozitin deformasyon hızı duyarlılığını azaltabilir. Deneysel ve nümerik duyarlılıklardaki farklılığın bir diğer nedeni ise mikroyapıdan kaynaklanabilir. Örneğin ışıl işlem yapılmış Al alaşımlarıtın deformasyon hızı duyarlılığı ışıl işlem görmemiş alaşımdan daha düşük olduğu bulunmuştur [14]. Nümerik ve deneysel duyarlılık değerlerinin karşılaştırılabilmesi için daha yüksek hızlarda testler yapılması faydalı olacaktır.

Benzer birim şekil değişim miktarlarında, matrisdeki birim şekil değişim miktarlarının ortalaması takviyesiz matrisden daha yüksektir. Bu durum Şekil 8(a)'da ortalama %30 birim değişimi için birim hücredeki birim şekil değişim miktarı dağılımında gösterilmiştir. Matris içerisindeki ortalama birim şekil değişim miktarı, kompozitin ortalama birim şekil değişim miktarın, kompozitin ortalama birim şekil değişim miktarına birim şekil değişim miktarına birim şekil değişim miktarına birim şekil değişim miktarının ortalama birim şekil değişim miktarına birim şekil değişim birim şekil değişim miktarına birim şekil değişim birim şekil değişim birim şekil değişim birim şekil birim şekil değişim birim şekil değişim birim şekil değişim birim şekil birim şekil değişim birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim şekil birim birim şekil birim şekil birim şekil birim birim şekil birim birim şekil birim birim bir

Modelde, seramik partikülün çalışılan deformasyon hızlarında deformasyon hızına duyarsız olduğu kabul edilmiştir. Deneysel sonuçlar seramiklerin kırılma mukavemetinin 3000-4000 s-1 hızlarına kadar değişmediğini göstermiştir [15]. Dolayısı ile kullanılan modelde kompozitin deformasyon hızı duyarlılığını etkileyebilecek tek neden matrisin duyarlılığıdır. Modelde matris içerisindeki deformasyon hızı dağılımına bağlı gerilmeler ihmal edilerek, kompozitdeki matrisin sabit bir hızda deforme olduğu kabul edilmiştir. Daha hassas hesaplamar için birim hücredeki matrisdeki deformasyon hızı dağılımının göz önüne alınarak modelin geliştirilmesi ileriki çalışmalarda geliştirilecektir.





Şekil 8 %30 ortalama birim şekil değişim miktarında, birim hücredeki eşdeğer birim şekil değişim miktarı ve eşdeğer gerilme dağılımı.

Geliştirilen model viskır ve kısa fiberli kompozitlerede uygulanabilir. Modelin en büyük avantajı hızlı ve ekonomik olmasıdır. Modelin uygulanabilirliği farklı yapılara sahip kompozitlerin deneysel sonuçları ile karşılaştırılarak test edilecektir.

## 6. SONUÇLAR

Partikül takviyeli 2024 Al MMK'in deformasyon hızına bağlı gerilme-birim şekil değişim miktarı davranışı takviyesiz matrisin davranışı kullanılarak modellenmiştir. Kullanılan modelde, kompozitdeki matrisin sabit bir hızda deforme olduğu kabul edilmiş ve deformasyon hızına bağlı matris gerilmeleri modele konulmuştur. Hesaplamalar sonucunda kompozitin deformasyon duyarlılığı takviyesiz matrisden



9. DENIZLI MALZEME SEMPOZYUMU 8-9-10 MAYIS 2002 9. DENIZLI WERKSTOFF -TAGUNG 8. - 9. - 10. MAI 2002 PAÜ - MÜHENDISLIK FAKÜLTESI - DENIZLI

daha yüksek olduğu bulunmuştur. Bu sonuç ise matris gerilmelerinin deformasyon hızı ile artmasından kaynaklanmaktadır.

2

#### KAYNAKLAR

- [1] Z. Ling, L. Luo and B. Dodd, J. De Physique IV, 4,(1994) C8-453.
- [2] C-C. Perng, J-R. Hwang and J-L. Doong, Mater. Sci. Eng., A171 (1993) 213.
- [3] R. Vaziri, D. Delfosse, G. Pageau and A. Poursartip, Int. J. Impact Eng., 13 (1993) 329
- [4] S. I. Hong, G. T. Gray III and J. J. Lewandowski, Acta Metall. Mater., 41 (1993) 2337.
- [5] D. R. Chichili ans K. T. Ramesh, Int. J. Solids Struct., 32 (1995) 2609
- [6] J. Hopkinson, J. Proc. Manchest. Liter. Philos. Soc., 11 (1872) 40.
- [7] B. Hopkinson, Phill. Trans. R. Soc. Lond., A213 (1914) 437.
- [8] W. Chen, G. Subbash and G. Ravichandran, DYMAT J., 3 (1994) 193.
- [9] G. Bao and Z. Lin, Acta Metall. Mater., 44 (1996) 1011.
- [10] Y. Li, K. T. Ramesh, Acta Metall. Mater., 46 (1998) 5633
- [11] M. Güden, Doktora Tezi, University of Delaware 1997.
- [12] H. Kolsky, Proc. Phys. Soc. London, B62 (1949) 676.
- [13] C.R. Chen, S. Y. Qin, S.X. Li, J.L. Wen, Mater. Sci. & Eng A, 278 (2000), 96.
- [14] D. L. Holt, S. G. Babcock, S. J. Green, C. J. Maiden, Trans. ASM, 60 (1967) 152.
- [15] J. Lankford, Comm. Amer. Ceram. Soc. C-33 (1981).