Maciej Krzywda, Inżynieria Obliczeniowa, IMiIP Modelowanie w Inżynierii nr albumu: 293102

Sprawozdanie 2

Tytuł projektu:

Stymulacja przemiany ferrytu w austenit w stalach DP.

• Cel projektu:

Celem projektu jest opracowanie modelu przemiany fazowej ferrytu w austenit oraz wykonanie symulacji dla różnych cykli nagrzewania. (780°C, 800°C, 820°C) oraz różnych prędkości nagrzewania, (0.5°C/s, 2°C/s, 3°C/s).

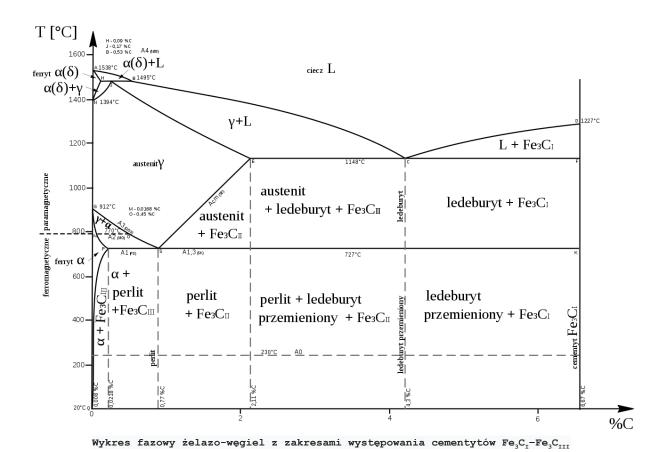
• Zadania:

- 1. Opracowanie wykresów rozkładu stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych dla każdej temperatury i każdej prędkości nagrzewania
- 2. Opracowanie wykresów zmiany ułamka objętości austenitu z czasem dla każdego z przypadków dla każdej temperatury i każdej prędkości nagrzewania

• Część Teoretyczna

Stale DP składają się z fazy miękkiej (ferrytu) oraz wysp twardego martenzytu lub mieszaniny martenzytu z bainitem, których udział wynosi 15-30%. Taka mikrostruktura zapewnia osiągnięcie wysokich własności wytrzymałościowych połączonych z bardzo dobrą ciągliwością i podatnością do kształtowania na zimno. Faza miękka (ferryt) dominuje w strukturze stali DP, co powoduje ich dużą ciągliwość. Podczas odkształcania takiej struktury początkowo następuje koncentracja płynięcia plastycznego w ferrycie. Występowanie w strukturze drugiej

fazy, hamującej ruch dyslokacji, daje lepszą charakterystykę umocnienia w porównaniu do innych charakterystyk. Wymagana relacja między udziałami objętości ferrytu i martenzytu dla uzyskania pożądanych właściwości mechanicznych stali DP jest osiągana na dwa sposoby – poprzez kontrolowane chłodzenie po walcowaniu na gorąco blach grubszych (powyżej 2 mm), albo w procesie ciągłego wyżarzania po walcowaniu na zimno blach cienkich.



Zakres występowania stabilnego austenitu określa obszar opisany punktami G, S, E, J i N wykresu żelazo-węgiel. Najszerszym jego zakresem występowania w czystej postaci jest temperatura 1130 °C. W tej temperaturze struktura krystaliczna austenitu jest w stanie wchłonąć do 2,11% węgla. W stopie o zawartości węgla powyżej 0,8%, wraz z nagrzewaniem do temperatury powyżej Ac1 (około 727 °C) określanej przez krzywą SE z ferrytu znajdującego się w perlicie rozpoczyna się wydzielać austenit, lokując się na granicach płytek ferrytu i

cementytu. Podczas tej przemiany cementyt rozpuszcza się w austenicie aż do jego całkowitego wykorzystania i zakończenia austenityzowania.

Przy stopach o zawartości węgla poniżej 0,8% przy grzaniu powyżej temperatury opisanej krzywą GS, z ferrytu wydziela się austenit (zarówno z wolnego ferrytu, jak i ferrytu wchodzącego w skład perlitu). Podczas tego procesu również wykorzystywany jest cementyt do "zasilania" węglem austenitu (w austenicie rozpuszcza się więcej węgla niż w ferrycie). Całkowita przemiana zachodzi po wykorzystaniu cementytu i po osiągnięciu temperatury Ac3.

Podczas wyżej wspomnianego nagrzewania ferryt rekrystalizuje. W zależności od energii odkształcenia w ziarnach ferrytu i szybkości nagrzewania, podczas rekrystalizacji ferrytu może wydzielić się perlit, przed przemianą w austenit. Poprzez wytrzymanie izotermiczne otrzymana jest struktura dwufazowa austenit-ferryt. Następnie powolne chłodzenie cześć austenitu przemienia się w ferryt.

Późniejsze hartowanie powoduje powstanie austenitu szczątkowego i martenzytu. Procesy zachodzące podczas wyżarzania to między innymi przemiana perlitu w austenit, która ma charakter dyfuzyjny. Przebiega w trzech etapach:

- utworzenie austenitu niejednorodnego,
- utworzenie austenitu jednorodnego oraz,
- rozrost ziaren austenitu, przy czym im wyższa temperatura tym krótszy jest czas potrzebny do zajścia przemiany

Do modelowania procesu przemiany ferrytu w austenit wykorzystano drugie prawo Ficka :

$$\frac{\partial c}{\partial t} = D \frac{\partial^2 c}{\partial x^2}$$

$$gdzie:$$

$$c - stężenie wegla,$$
D-współczynnik dyfuzji,
t-czas

Dla ułatwienia rozwiązania równania, drugie prawo Ficka zostało przedstawione za pomocą metody różnic skończonych:

Wykorzystując jawny schemat całkowania po czasie w którym zamiany pochodnej funkcji na iloraz różnicowy dokonuje się wprowadzając iloraz przedni dla pierwszej pochodnej oraz iloraz centralny dla drugiej pochodnej funkcji c(x,t). W rezultacie otrzymałem równanie (zapisane kolorem czerwonym) które stanowi przybliżone równanie Ficka.

$$\frac{C_{j,k+1} - C_{j,k}}{\Delta t} = D \frac{C_{j+1,k} - 2C_{j,k} + C_{j-1,k}}{\Delta x^2}$$

$$C_{j,k+1} - C_{j,k} = D\Delta t \frac{C_{j+1,k} - 2C_{j,k} + C_{j-1,k}}{\Delta x^2}$$

$$C_{j,k+1} - C_{j,k} = \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} C_{j+1,k} - 2 \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} C_{j,k} + \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} C_{j-1,k}$$

$$C_{j,k+1} = \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} C_{j+1,k} - 2 \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} C_{j,k} + \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} C_{j-1,k} + C_{j,k}$$

$$C_{j,k+1} = C_{j,k} \left(1 - 2 \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} \right) + \frac{D\Delta t}{\Delta x^2} (C_{j-1,k} + C_{j+1,k})$$

qdzie:

j - krok liniowyk - krok czasowy

Współczynnik dyfuzji C w austenicie:

- temp=727,
- \bullet Q = 140000
- \bullet R = 8.3144
- temp kelvin = temp + 273
- d0 = 0.000041
- D=d0*exp(-Q /(R * temp_kelvin))*1E10

Kryterium stabilności Neumanna:

- (D*dt)/dx^2<=0.5
- Listing programu:

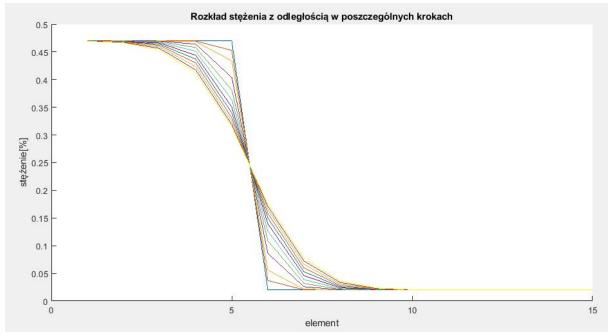
```
close all; clear all; clc;
% Ustawienie wartości do obliczeń
T=820;
T_k=T+273;
Q=140000;
R=8.3144;
d0=0.000041;
dx=0.1;
dt=3;
C=zeros(2,100);
tab=zeros(99,100);
dT=0;
gr=6;
```

```
for i=1:99
      C(1,i)=0.02;
end
C(1,1)=0.47;
C(1,2)=0.47;
C(1,3)=0.47;
C(1,4)=0.47;
C(1,5)=0.47;
austenit=zeros(1,100);
%Wykonywanie obliczeń
for i=1:100
      D=d0*exp(-Q/(R*(T_k+(dT*i))))*1E10;
      Cgr=((912-T+(dT*i))/240.26);
      for j=1:100
             if j==1
             C(2,j)=(1-2*(D*dt/dx*dx))*C(1,j)+(D*dt/dx*dx)*(C(1,j)+C(1,j+1));
             elseif j==100
             C(2,j)=(1-2*(D*dt/dx*dx))*C(1,j)+(D*dt/dx*dx)*(C(1,j-1)+C(1,j));
             else
             C(2,j)=(1-2*(D*dt/dx*dx))*C(1,j)+(D*dt/dx*dx)*(C(1,j-1)+C(1,j+1));
             if C(2,gr) > Cgr
             break;
             end
%(
W celu wyznaczenia wykresu zmiany objętości austenitu od czasu wykorzystuję
sprawdzenie prostego warunku. Jeżeli stężenie węgla > 2,18%C to jest to
austenit, w przeciwnym razie -ferryt
%)
             if C(1,j) > 0.0218
             austenit(i) = austenit(i)+1;
             end
      end
      tab(i,:)=C(1,:);
      C(1,:)=C(2,:);
end
% Wyświetlanie wykresów
figure(1);
title('Wykres zmiany objętości austenitu w stali w funkcji czasu');
ylabel('Ułamek objętości');
xlabel('Krok');
axis([1 100 0 30]);
hold on;
plot(austenit, 'red-');
hold off;
figure(2);
title('Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach');
xlabel('element');
```

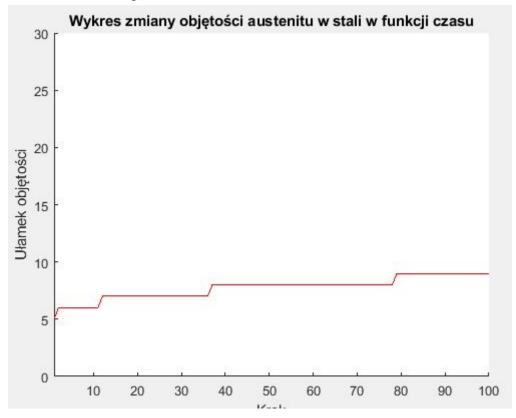
```
ylabel('steženie[%]');
hold on;
plot(tab(1,1:15));
plot(tab(5,1:15));
plot(tab(20,1:15));
plot(tab(30,1:15));
plot(tab(40,1:15));
plot(tab(50,1:15));
plot(tab(60,1:15));
plot(tab(70,1:15));
plot(tab(80,1:15));
plot(tab(90,1:15));
plot(tab(90,1:15));
```

Wyniki

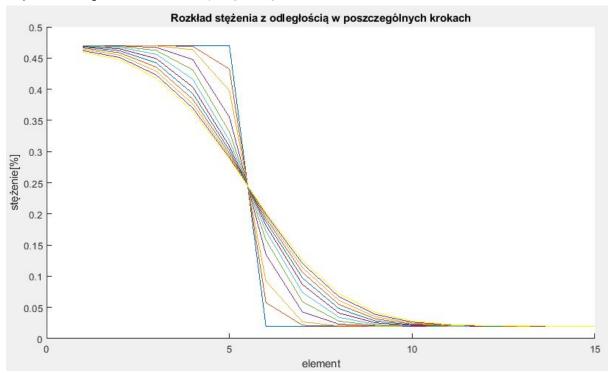
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, $T=727\,^{\circ}\text{C}$, Prędkość nagrzewania dt: 0,5 [$^{\circ}\text{C/s}$]



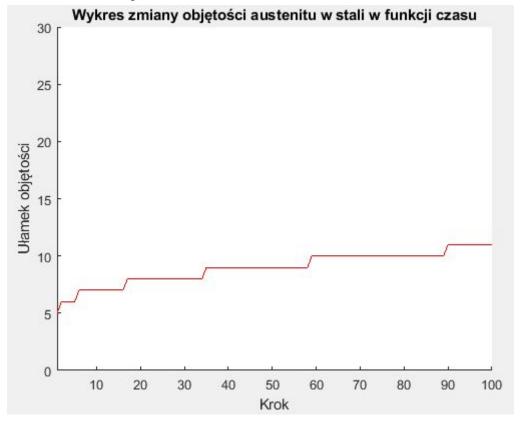
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 727 °C, dt= 0.5[°C/s]



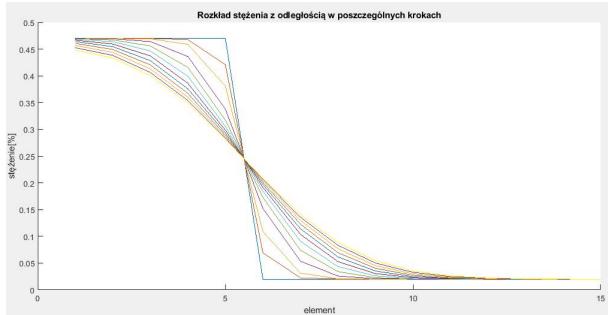
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, T=780°C, Prędkość nagrzewania dt: 0,5 [°C/s]



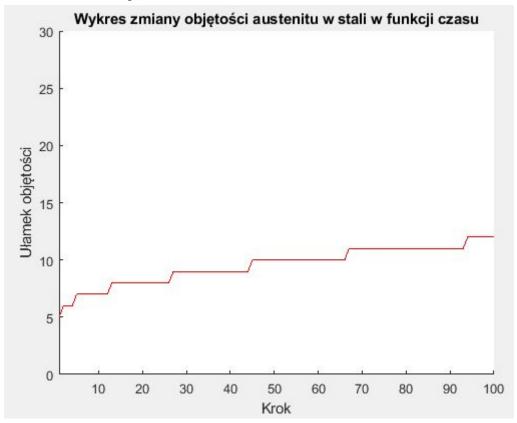
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 780°C, dt= 0.5 [°C/s]



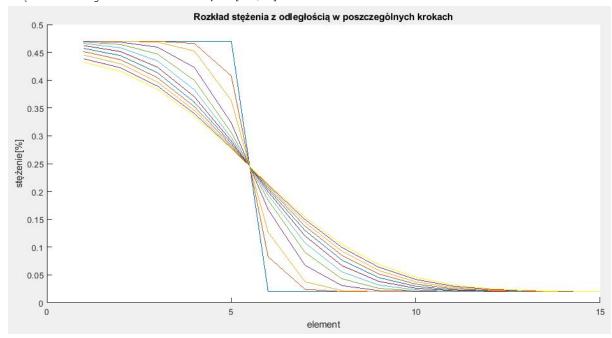
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, T=800°C, Prędkość nagrzewania dt: 0,5 [°C/s]



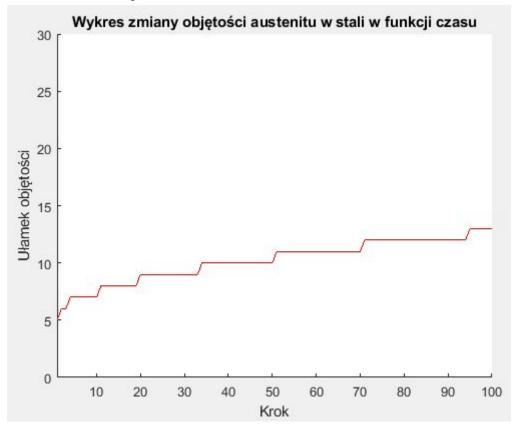
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 800 $^{\circ}$ C, dt= 0.5 $[^{\circ}$ C/s]



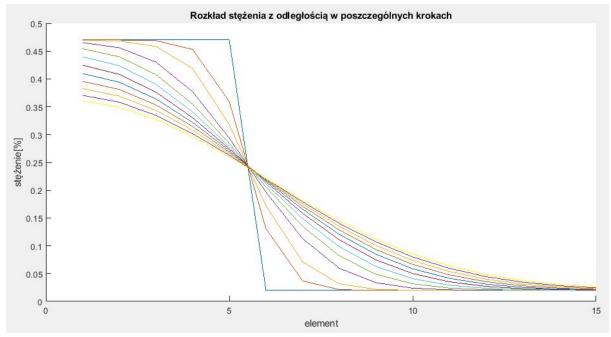
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, T=820°C, Prędkość nagrzewania dt: 0,5 [°C/s]



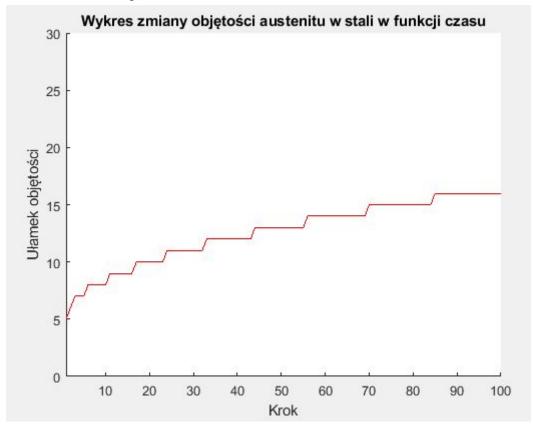
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 820 $^{\circ}$ C, dt= 0.5 $[^{\circ}$ C/s]



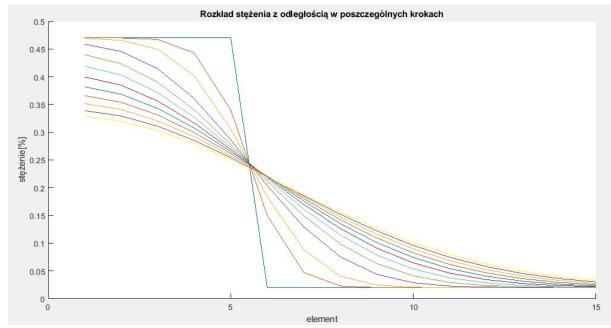
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, $T=780\,^{\circ}\text{C}$, Prędkość nagrzewania dt: 2 [$^{\circ}\text{C/s}$]



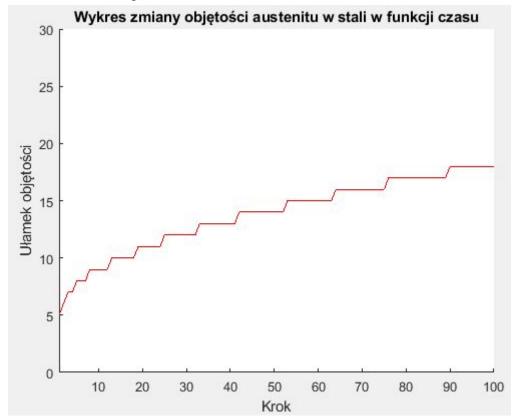
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 780°C, dt = 2[°C/s]



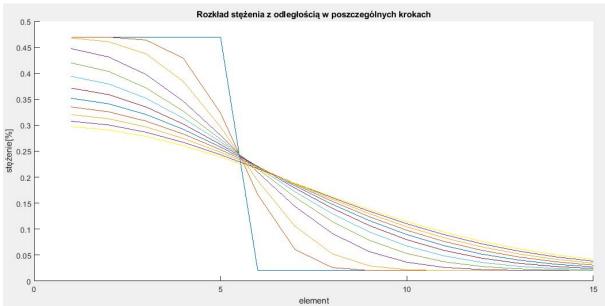
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, $T=800\,^{\circ}\text{C}$, Prędkość nagrzewania dt: $2[^{\circ}\text{C/s}]$



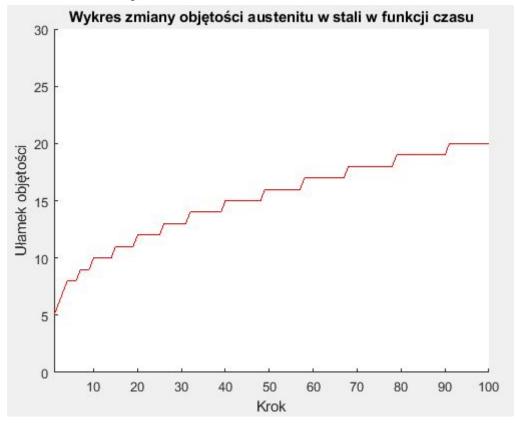
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 800 °C, dt= 2 [°C / s]



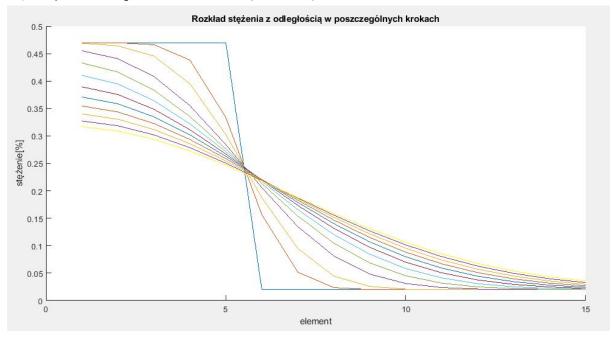
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, T = 820 °C, Prędkość nagrzewania dt: 2 [°C / s]



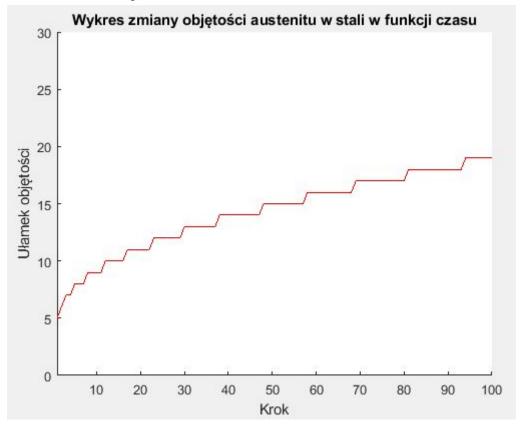
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 820 $^{\circ}$ C, dt= 2 [$^{\circ}$ C / s]



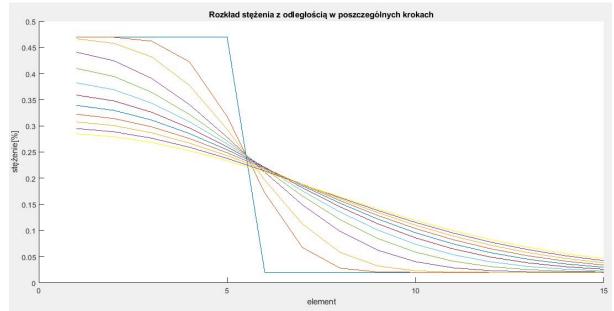
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, T = 780 $^{\circ}$ C, Prędkość nagrzewania dt: 3 [$^{\circ}$ C / s]



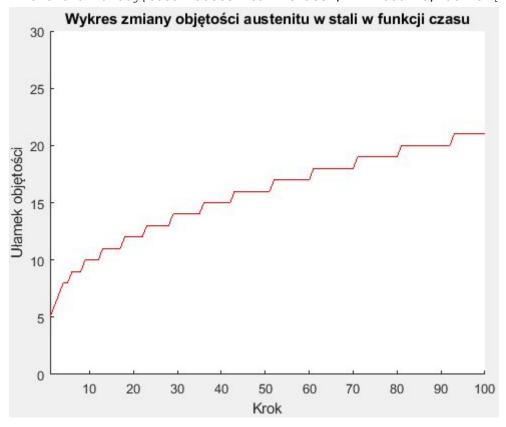
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 780°C, dt= 3 [°C/s]



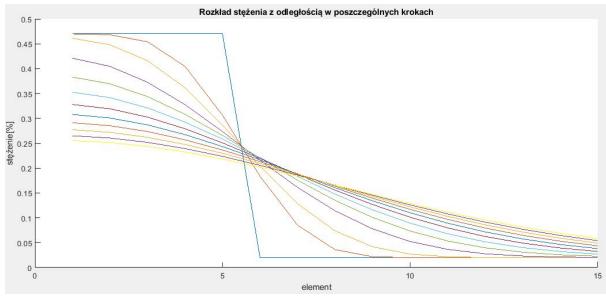
Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, $T=800\,^{\circ}\text{C}$, Prędkość nagrzewania dt: 3 [°C/s]



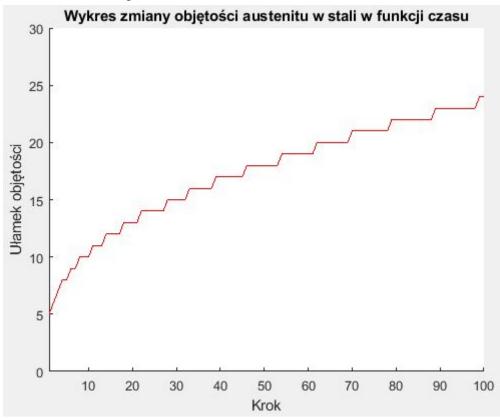
Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 800 $^{\circ}$ C, dt= 3 $[^{\circ}$ C/s]



Rozkład stężenia z odległością w poszczególnych krokach czasowych, T=820°C, Prędkość nagrzewania dt: 3 [°C / s]



Zmiana ułamka objętości austenitu z czasem, T = 820 °C, dt= 3 [°C/s]



• Wnioski

1. W celu wyznaczenia wykresu zmiany objętości austenitu od czasu wykorzystuję sprawdzenie prostego warunku. Jeżeli stężenie węgla > 2,18%C to jest to austenit, w przeciwnym razie -ferryt (Poniżej zastosowane w Kodzie)

```
if C(1,j) > 0.0218
austenit(i) = austenit(i)+1;
```

2. Wszystkie wytyczne projektu zostały pomyślnie zrealizowane a symulacja przemiany ferrytu w austenit przyniosło satysfakcjonujące wyniki. Rezultaty jakie uzyskane zostały w zależności od prędkości nagrzewania są do siebie zbliżone. W każdym z wykresów ułamka objętości ferrytu i austenitu można zaobserwować proporcjonalny spadek ułamka objętości ferrytu wraz z postępującym krokiem, natomiast w przypadku austenitu sytuacja jest odwrotna. Następuje stopniowe zwiększanie ułamka. Skok o którym mowa jest tym większy i rozmieszczony z większą częstotliwością im temperatura i prędkość nagrzewania są większe.

- 3. Lepsze wyniki uzyskano podczas przeprowadzania symulacji dla nagrzewania stali. Wzrost prędkości nagrzewania wpływa znacząco na uzyskane wyniki. Większa prędkość zwiększa zarówno obszar dyfuzji jak również udział austenitu w stali. Proces przebiega także zdecydowanie szybciej. Przy niższych prędkościach nagrzewania można jednak uzyskać dokładniejszą objętość przemiany.
- 4. Symulacja dla stali w stałej temperaturze pokazuje podobną zależność. Im wyższa temperatura stali, tym dyfuzja zachodzi szybciej oraz głębiej. A także udział austenitu nieznacznie się zwiększa.
- 5. Poddając obróbce stal (chcąc osiągnąć określone dla niej własności) warto znać czynniki, mające wpływ na zmianę parametrów tego surowca, ponieważ skład i struktura stali ma ogromny wpływ na jej własności mechaniczne, a wiedza ta pozwoli zwiększyć jej użyteczność.